

TUGAS AKHIR - TL141584

PENGARUH TEMPERATUR DAN WAKTU TAHAN PROSES AGING TERHADAP STRUKTUR MIKRO DAN KETAHANAN KOROSI PADA BAJA TAHAN KARAT SAF 2507 SUPER DUPLEX

Kukuh Ardiansani Kurniawan NRP 2712 100 013

Dosen Pembimbing Sutarsis, S.T., M.Sc Alvian Toto Wibisono, S.T., M.T.

JURUSAN TEKNIK MATERIAL DAN METALURGI Fakultas Teknologi Industri Institut Teknologi Sepuluh Nopember Surabaya 2016



FINAL PROJECT - TL141584

EFFECT OF TEMPERATURE AND HOLDING TIME OF AGING PROCESS ON MICROSTRUCTURE AND CORROSION RESISTANCE OF SUPER DUPLEX STAINLESS STEEL SAF 2507

Kukuh Ardiansani Kurniawan NRP 2712 100 013

Advisor Sutarsis, S.T., M.Sc Alvian Toto Wibisono, S.T., M.T.

Materials and Metallurgical Engineering Department Faculty of Industrial Technology Institut Teknologi Sepuluh Nopember Surabaya 2016

PENGARUH TEMPERATUR DAN WAKTU TAHAN PROSES AGING TERHADAP STRUKTUR MIKRO DAN KETAHANAN KOROSI PADA BAJA TAHAN KARAT SAF 2507 SUPER DUPLEX

Diajukan untuk Memenuhi Salah Satu Syarat Memperoleh Gelar Sarjana Teknik pada Bidang Studi Metalurgi Manufaktur Program Studi S-1 Jurusan Teknik Material dan Metalurgi Fakultas Teknologi Industri Institut Teknologi Sepuluh Nopember

Oleh : KUKUH ARDIANSANI KURNIAWAN NRP 2711100013

Disetujui oleh Tim Peng	uji Tugas Akhir :	1
1. Sutarsis, S.T., M.Sc.	an Janfo	(Pembimbing 1)
2. Alvian Toto Wibison	ю, S.T., M.T.,	A(Pembimbing 2)
ACTING TO THE PARTY PART	Surabaya, Juli 2016 EKNIK MATEKIA DAN METALURG	

PENGARUH TEMPERATUR DAN WAKTU TAHAN PROSES *AGING* TERHADAP STRUKTUR MIKRO DAN KETAHANAN KOROSI PADA BAJA TAHAN KARAT SAF 2507 SUPER DUPLEX

Nama Mahasiswa	: Kukuh Ardiansani Kurniawan
NRP	: 2712100013
Jurusan	: Teknik Material dan Metalurgi
Dosen Pembimbing I	: Sutarsis, ST., M.Sc.
Dosen Pembimbing II	: Alvian Toto Wibisono, S.T., M.T.
Abstrak	

Baja tahan karat super duplex SAF 2507 adalah material yang memiliki kombinasi antara sifat mekanik dan ketahanan terhadap korosi. Namun, kedua properti tersebut dapat berubah akibat munculnya fasa intermetalik. Tujuan dari penelitian ini adalah untuk mengetahui pengaruh temperatur dan waktu tahan proses aging terhadap perubahan struktur mikro dan ketahanan korosi pada baja tahan karat SAF 2507 Super Duplex. Proses aging vang telah diberikan berpengaruh pada struktur mikro dari baja tahan karat SAF 2507 Super Duplex. Munculnya fasa-fasa intermetalik utamanya fasa sigma (σ) sangat memengaruhi ketahanan korosi dari baja tahan karat SAF 2507 Super Duplex. Pada baja yang tidak diberi perlakuan ketahanan korosinya sangat baik ini terlihat dari pengurangan massa dari hasil uji weight loss, sebesar 0.2mg, sedangkan pada baja SAF 2507 yang diberikan perlakuan aging dengan temperatur 900°C dan waktu tahan 2 jam fasa sigma (σ) yang muncul sebanyak 47.44% dan seluruh feritnya bertransformasi menjadi fasa austenit sekunder (γ') dan fasa sigma (σ) melalui reaksi eutektoid, akibatnya baja SAF 2507 tersebut mengalami pengurangan massa sebesar 433.10mg dengan Corrosion Rate sebesar 974.10 mpy.

Kata kunci: temperatur *aging*, waktu tahan *aging*, struktur mikro, ketahanan korosi, SAF 2507

EFFECT OF TEMPERATURE AND HOLDING TIME OF AGING PROCESS ON MICROSTRUCTURE AND CORROSION RESISTANCE OF SUPER DUPLEX STAINLESS STEEL SAF 2507

Name	: Kukuh Ardiansani Kurniawan
NRP	: 2712100013
Department	: Teknik Material dan Metalurgi
Lecturer	: Sutarsis, ST., M.Sc.
Co-Lecturer	: Alvian Toto Wibisono, S.T., M.T.
Abstract	

Super Duplex Stainless Steel SAF 2507 has a unique combination between mechanical properties and corrosion resistance. However, the mechanical properties and corrosion resistance change as appearance of some intermetallic phase. The purposes of this research are to determine effect of various temperature and holding time of aging process to SAF2507's microstructure and corrosion resistance. The aging process affects the microstructure of Super Duplex Stainless Steel SAF 2507. The appearance of intermetallic phases especially sigma phase greatly affected the corrosion resistance of Super Duplex Stainless Steel SAF 2507. On untreated SAF 2507, the corrosion resistant was very good seen from mass reduction of 0.2mg, whereas in treated SAF 2507 with temperature of 900°C and 2 hours of holding time which brought out the sigma phase with amount of 47.44% and all the ferrite phase completely transformed into secondary austenite and sigma phase through eutectoid reaction. As the result, the mass reduction of that SAF 2507 was about 433.10mg with value of corrosion rate about 974.10mpv.

Keywords: Temperature, Holding Time, Microstructure, Corrosion Resistant, SAF 2507

KATA PENGANTAR

Puji syukur atas kehadirat Allah SWT yang telah memberikan rahmat dan anugerah serta petunjuk-Nya penulis mampu menyelesaikan Tugas Akhir yang berjudul:

"Pengaruh Temperatur dan Waktu Tahan Proses *Aging* Terhadap Struktur Mikro dan Ketahanan Korosi Pada Baja Tahan Karat SAF 2507 Super Duplex"

Laporan tugas akhir ini disusun untuk memenuji syarat dalam menyelesaikan studi Sarjana (S1) dan memperoleh gelar Sarjana Teknik (ST) dari Jurusan Teknik Material dan Metalurgi, Fakultas Teknologi Industri, Institut Teknologi Sepuluh Nopember Surabaya.

Tak lupa penulis mengucapkan terima kasih yang sebesar-besarnya kepada:

- 1. Kedua orang tua saya yang senantiasa mendo'akan dan memberi dukungan kepada saya selama ini.
- 2. Bapak Sutarsis, S.T., M.Sc. selaku dosen pembimbing Tugas Akhir dan dosen wali.
- 3. Bapak Alvian Toto Wibisono, S.T., M.T. selaku copembimbing Tugas Akhir.
- 4. Bapak Dr. Agung Purniawan, S.T., M.Eng. selaku Ketua Jurusan Teknik Material dan Metalurgi FTI-ITS.
- 5. Seluruh dosen dan staff Jurusan Teknik Material dan Metalurgi.
- 6. Kepada seluruh karyawan Laboratorium Teknik Material dan Metalurgi FTI-ITS.
- 7. Kepada Mas Fondra Operator SEM PPNS
- 8. Kepada Tim Dupleks yang telah menjadi "*partner*" selama pengerjaan Tugas Akhir.
- 9. Kepada teman-teman penghuni Sukolilo Bahagia 2 No.47
- 10. Kepada seluruh teman-teman angkatan "MT 14" yang telah membuat saya bahagia selalu.

11. Keluarga, Relasi, dan seluruh orang yang berada disekitar saya.

Penulis berharap laporan tugas akhir ini dapat bermanfaat dikemudian hari bagi siapapun yang membaca. Penulis menyadari bahwa penyusunan tugas akhir ini masih jauh dari kata sempurna, untuk itu penulis mengharapkan kritik dan saran yang membangun dari berbagai pihak.

Surabaya, 13 Juni 2016

Penulis

HALAMAN JUDUL	i
LEMBAR PENGESAHAN	v
ABSTRAK	vii
KATA PENGANTAR	xi
DAFTAR ISI	xiii
DAFTAR GAMBAR	xvii
DAFTAR TABEL	xix
BAB I PENDAHULUAN	1
1.1 Latar Belakang	1
1.2 Perumusan Masalah	2
1.3 Batasan Masalah	2
1.4 Tujuan Penelitian	2
1.5 Manfaat penelitian	2
BAB II TINJAUAN PUSTAKA	3
2.1 Baja Tahan Karat	3
2.2 Baja Tahan Karat Duplex	4
2.3 Baja Tahan Karat Super Duplex	5
2.4 Fasa Intermetalik	8
2.4.1 Alpha Prime	9
2.4.2 Austenit Sekunder	10
2.4.3 Fasa Sigma	11
2.4.4 Fasa Chi	13
2.4.5 Fasa M ₂₃ C ₆	14
2.5 Korosi Pitting	15
2.6 Penelitian Sebelumnya	16
BAB III METODOLOGI	29
3.1 Diagram Alir	29
3.2 Alat dan Bahan Penelitian	30
3.2.1 Bahan-Bahan Penelitian	30
3.2.2 Alat-Alat Penelitian	30
3.3 Prosedur Percobaan	32
3.3.1 Preparasi Sampel	32
3.3.2 Preparasi Larutan	32
3.3.3 Pengujian Sampel Kontrol	33

3.3.4 Proses Aging	
3.3.5 Pengujian Sampel	
3.3.6 Analisa	
3.4 Rancangan Pengujian	
3.5 Jadwal Penelitian	37
BAB IV HASIL DAN PEMBAHASAN	
4.1 Hasil Uji XRD	
4.2 Hasil Uji Metalografi	46
4.3 Hasil Uji SEM	51
4.4 Hasil Uji Weightloss	56
BAB V KEŠIMPULAN DAN SARAN	59
5.1 Kesimpulan	59
5.2 Saran	59
DAFTAR PUSTAKA	61
LAMPIRAN	
BIODATA PENULIS	

DAFTAR GAMBAR

Gambar 2.1	Diagram Schaeffler	5
Gambar 2.2	Struktur Mikro SAF 2507 pada Perbesaran	
	1000x	6
Gambar 2.3	Data Laju Korosi dari Berbagai Macam Paduar	n
	pada Asam Asetat 80% dengan Kadar Ion	
	Chloride 2000ppm pada Temperatur	
	90°C	7
Gambar 2.4	Tangki Proses Leaching yang Terbuat dari	
	Super Duplex Grade 2507 (UNS)	
	\$32750	8
Gambar 2.5	Diagram TTT SDSS	9
Gambar 2.6	Gambar Mikroskop Optik dari Fasa Austenit	
	Sekunder pada Baja Super Duplex 1	0
Gambar 2.7	Gambar Mikroskop Optik Fasa γ2 + σ Baja	
	UNS 32750	12
Gambar 2.8	Skema Pembentukan Fasa Sigma	12
Gambar 2.9	Gambar Backscattered SEM dari fasa x yang	
	berwarna putih 1	3
Gambar 2.10	Presipitat Fasa M ₂₃ C ₆ 1	4
Gambar 2.11	Contoh Bentuk Korosi Pitting 1	5
Gambar 2.12	Grafik Hubungan antara Temperatur Aging	
	dengan Nilai Kekerasan 1	6
Gambar 2.13	Struktur Mikro SAF 2507 yang Telah di-aging	
	pada Temperatur 920°C 1	7
Gambar 2.14	Jumlah Fasa Sigma dan Ferit pada SAF 2507	
	yang Di-aging pada Temperatur 920°C dengan	
	Waktu Tahan yang Berbeda 1	8
Gambar 2.15	Grafik Hubungan Holding Time Proses Aging	
	dengan Kekuatan Impact 1	8
Gambar 2.16	Hubungan Laju Korosi dengan Waktu Aging	
	pada Temperatur 920°C 1	9
Gambar 2.17	Struktur Mikro AR SDSS Tanpa Perlakuan . 2	0
Gambar 2.18	Struktur Mikro AR SDSS Setelah di-aging 2	1

Gambar 2.19	Struktur Mikro AR SDSS	21	
Gambar 2.20	Wear Volume untuk AR SDSS		
Gambar 2.21	Hasil Uji XRD (a) Solution Treated 1050°C		
	(b) Heat Treated 850°C 1 jam	24	
Gambar 2.22	Struktur Mikro AISI 2507 yang telah diberi		
	perlakuan panas 850°C selama 1 jam	26	
Gambar 2.23	Sliding Distance vs Wear	27	
Gambar 3.1	Diagram Alir	29	
Gambar 4.1	Hasil Uji XRD SAF 2507 Tanpa Perlakuan	39	
Gambar 4.2	Hasil Uji XRD SAF 2507 yang telah di-aging		
	Temperatur 600°C	40	
Gambar 4.3	Hasil Uji XRD SAF 2507 yang di-aging pada		
	Temperatur 700°C	42	
Gambar 4.4	Hasil Uji XRD SAF 2507 yang di-aging pada		
	Temperatur 800°C	43	
Gambar 4.5	Hasil Uji XRD SAF 2507 yang di-aging pada		
	Temeperatur 900°C	44	
Gambar 4.6	Struktur Mikro SAF 2507 Tanpa Perlakuan		
	(100x)	16	
Gambar 4.7	Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada		
	Temperatur 600°C dengan Waktu Tahan		
	(a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)4	17	
Gambar 4.8	Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada		
	Temperatur 700°C dengan Waktu Tahan		
	(a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)4	18	
Gambar 4.9	Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada		
	Temperatur 800°C dengan Waktu Tahan		
	(a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)4	19	
Gambar 4.10	Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada		
	Temperatur 900°C dengan Waktu Tahan	- 0	
C 1 411	(a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)5	>U	
Gambar 4.11	Hasil SEM SAF 2507 di Asing T)]	
Gambar 4.12	Hasil SEM SAF 250/ di-Aging Temperatur		
	600°C waktu Tanan (a) T Jam (b) 2 Jam5	52	

Gambar 4.13	Hasil SEM SAF 2507 di-Aging Temperatur	
	700°C Waktu Tahan (a) 1 Jam (b) 2 Jam	53
Gambar 4.14	Hasil SEM SAF 2507 di-Aging Temperatur	
	800°C Waktu Tahan (a) 1 Jam (b) 2 Jam	54
Gambar 4.15	Hasil SEM SAF 2507 di-Aging Temperatur	
	900°C Waktu Tahan (a) 1 Jam (b) 2 Jam	55
Gambar 4.16	Hasil Uji Weightloss	57
Gambar 4.17	Corrosion Rate SAF 2507	57

DAFTAR TABEL

Tabel 2.1	Penamaan Stainless Steel	3
Tabel 2.2	Properti Mekanis UNS S32750	6
Tabel 3.1	Tabel komposisi kimia Super Duplex S.	AF
	2507	30
Tabel 3.2	Rancangan Penelitia	34
Tabel 3.3	Rancangan Pengujian	
Tabel 3.4	Jadwal Penelitian.	37
Tabel 4.1	Hasil Uji Weightloss SAF 2507 dan	
	Perhitungan CR	57

BAB I PENDAHULUAN

1.1 Latar Belakang

Baja tahan karat SAF 2507 (UNS 32750) adalah material yang banyak digunakan pada industri minyak dan gas. SAF 2507 memiliki kombinasi antara sifat mekanik dan resistansi terhadap korosi yang baik. (Oswaldo, 2014) Baja tahan karat super duplex SAF 2507 diaplikasikan pada pressure vessels dan heat exchangers dimana kedua aplikasi tersebut memiliki lingkungan yang sangat korosif. Baja tahan karat super duplex pada umumnya memiliki dua fasa yaitu austenitik (γ) dan ferritik (δ) dan tidak ada presipitasi vang lain. Namun, sifat-sifat mekanik dan resistansi terhadap korosi dapat berubah seiring dengan perubahan struktur mikro akibat dari hot working atau welding. Beberapa presipitat yang tidak diinginkan muncul dan memiliki sifat yang merugikan. Fasa σ dianggap menjadi fasa yang paling berbahaya karena fasa σ sangat cepat terbentuk dan sangat memengaruhi ketahanan korosi. (Zou, 2010) Senvawa intermetalik tersebut rentan terbentuk ketika duplex (asutenitik-feritik) stainless steel terpapar panas pada temperatur sekitar 600 – 1750°F (320 – 955°C). Keberadaan fasa tersebut merusak ketangguhan dan ketahanan korosi (ASTM A923). Spesifikasi untuk semua jenis baja tahan karat super duplex memiliki nilai Pitting Resistance Equivalent Number (PRE_N) adalah lebih dari 40, yang artinya baja ini dapat bertahan pada lingkungan yang sangat agresif. (Gunn, 1997).

Pada penelitian ini akan dilakukan proses *aging* yang diikuti dengan pendinginan cepat menggunakan *water quench* pada baja tahan karat super duplex SAF 2507 (UNS S32750) untuk memunculkan fasa intermetalik seperti sigma, guna mengetahui pengaruhnya terhadap perubahan struktur mikro dan ketahanan korosi pada baja tahan karat superduplex SAF 2507. Pengaruh variasi temperatur dan waktu tahan proses *aging* akan dianalisa lebih lanjut dengan berbagai pengujian yang akan dilakukan.



1.2 Perumusan Masalah

Rumusan masalah dalam penelitian ini adalah:

- 1. Bagaimana pengaruh temperatur dan waktu tahan *aging* terhadap struktur mikro SAF 2507?
- 2. Bagaimana pengaruh temperatur dan waktu tahan *aging* terhadap ketahanan korosi SAF 2507?

1.3 Batasan Masalah

Agar didapatkan hasil sesuai dengan yang diinginkan dan tidak menyimpang dari tujuan penelitian, maka dibuat batasan masalah sebagai berikut

- 1. Pengaruh lingkungan sekitar proses aging diabaikan
- 2. Temperatur ketika memasukkan dan mengeluarkan spesimen dari *furnace* pada proses pemanasan dianggap konstan
- 3. Penyebaran unsur krom dan molibdenum pada super duplex SAF 2507 dianggap homogen
- 4. Penyebaran fasa sigma pada super duplex SAF 2507 dianggap homogen

1.4 Tujuan Penelitian

Tujuan dilakukannya penelitian ini adalah

- 1. Menganalisis pengaruh temperatur dan waktu tahan *aging* terhadap struktur mikro SAF 2507.
- 2. Menganalisis pengaruh temperatur dan waktu tahan *aging* terhadap ketahanan korosi SAF 2507.

1.5 Manfaat Penelitian

Penelitian ini bermanfaat untuk memberikan informasi tentang pengaruh dari temperatur dan waktu tahan *aging* terhadap perubahan struktur mikro, dan ketahanan korosi pada SAF 2507 dalam proses *aging*.

BAB II TINJAUAN PUSTAKA

2.1 Baja Tahan Karat

Baja tahan karat atau yang biasa disebut dengan *stainless steel* adalah sebuah baja paduan dengan kadar paduan tinggi atau *high alloy steel*, karena memiliki sifat yang istimewa yaitu memiliki ketahanan korosi dan temperatur tinggi. Sifat tahan korosinya diperoleh dari lapisan oksida krom (Cr) yang sangat stabil dan melekat pada permukaan dan melindungi permukaan baja dari lingukungan yang korosif. Untuk mendapatkan sifat ketahanan korosinya kadar krom (Cr) yang diperlukan pada paduan sebesar 11%. Sifat ketahanan korosi tersebut dapat ditingkatkan dengan menambahkan nikel (Ni) dan molibdenum (Mo). (Callister, 2010)

Seri	Kelompok	
2xx	Chromium-Nickel-Manganese;	
	non-hardenable, austenitic, non-	
	magnetic	
3xx	Chromium-Nickel; non-	
	hardenable. Austenitic, non-	
	magnetic	
4xx	Chromium; Hardenable,	
	martensitic, magnetic	
5xx	Chromium; Low Chromium, heat	
	resisting	

Tabel 2.1 Klasifikasi Stainless Steel (Avner, 1997)

Seperti yang dapat dilihat pada Tabel 2.1 di atas, sistem penamaan baja tahan karat atau *stainless steel* menggunakan tiga nomor untuk identifikasi, dua angka dibelakang tidak mengandung arti apapun. Namun angka pertama menunjukkan kelompok *stainless steel* tersebut. (Avner, 1997)



Klasifikasi baja tahan karat dibagi menjadi tiga berdasarkan struktur mikro pembentuknya, yaitu baja tahan karat martensitik, baja tahan karat feritik, dan baja tahan karat austenitik. (Avner, 1997)



Gambar 2.1 Diagram Schaeffler untuk *Stainless Steel* (Armas dan Moreuil, editor, 2009)

Diagram yang ada di atas ini adalah diagram schaeffler. Fungsi dari diagram ini sendiri adalah untuk mengetahui pengaruh dari paduan terhadap struktur mikro, analisa pada diagram ini dapat dilakukan dengan menghitung komposisi paduan dengan menggunakan persamaan 2.1 dan 2.2 (Outokompu, 2013)

Ni Equivalen = %Ni + 0.5% Mn + 30 (%C+%N) (2.1) Cr Equivalen = %Cr + %Mo + 1.5% Si + 0.5% Nb (2.2)

2.2 Baja Tahan Karat Duplex

Pada tahun 1927 Bain dan Griffith menemukan sebuah paduan Fe-Cr-Ni yang memiliki dua fasa yaitu austenit dan ferit. Selang beberpa tahun setelah penemuan Bain dan Griffith ini ditemukan beberapa pabrik peleburan baja di Prancis, Jerman, Swedia dan Amerika Serikat telah berhasil membuat baja yang



serupa dengan metode *casting*. Diperkirakan pada tahun 1929 produk komersial pertama dibuat saat Avesta Jenverk memproduksi sebuah baja yang dinamakan 453E dengan perkiraan komposisi 25%Cr-5%Ni. Kemudian jenis baja ini terus dikembangkan. (Gunn, 1997)

Sebuah baja paduan duplex diartikan sebagai sebuah baja tahan karat yang mengandung dua fasa dan lebih sering dikatakan sebagai deskripsi dari sebuah paduan yang kedua fasanya dalam jumlah yang signifikan. Baja tahan karat duplex merupakan paduan austenitik/feritik Fe-Cr-Ni dengan kadar 30-70% ferit. (Gunn, 1997)

Baja tahan karat *duplex* memiliki properti mekanik dan korosi yang baik. Hal ini dikarenakan baja tahan karat *duplex* memiliki dua fasa austenitik (γ) feritik (δ), sifat mekanik dan korosi yang terbaik akan didapatkan apabila komposisi kedua fasa (γ dan δ) seimbang. (Zou, 2011) Keseimbangan komposisi tersebut didapatkan dari komposisi kimianya dan diberi *heat treatment*. (Davanageri dkk. 2015)

Karena memiliki properti mekanik dan korosi yang baik, baja tahan karat *duplex* ini dapat diaplikasikan ke berbagai bidang, seperti industri minyak dan gas, transportasi, desalinasi, tangki penyimpanan, hidrometalurgi, dan industri kertas. (Armas dan Moreuil, editor, 2009)

2.3 Baja Tahan Karat SAF 2507 Super Duplex (832750)

Pada tahun 1980an, sebuah paduan yang memiliki *grade* yang lebih tinggi dikembangkan untuk bertahan pada lingkungan yang sangat agresif. Paduan ini dinamakan paduan super duplex yang mengandung 25% Cr, 6-7% Ni, 3-4% Mo, 0,3% N, 0,2% Cu dan 0,2% W. Pada *Grade* super duplex biasanya memiliki *Pitting Resistance Equivalent Number* (PRE_N) lebih dari 40. (Gunn, 1997)

Untuk mengetahui *Pitting Resistance Equivalent Number* (PRE_N) digunakan persamaan 2.3 seperti berikut : PREN = %Cr + 3.3 x (%Mo) + 16 x (%N) (2.3)



Berikut ini adalah struktur mikro dari baja tahan karat super duplex SAF 2507 (S32750)



Gambar 2.2 Struktur Mikro SAF 2507 (Armas dan Moreuil, editor, 2009)

Dilihat dari gambar 2.2 baja tahan karat SAF 2507 Super Duplex atau yang umumnya disebut sebagai S32750 ini memiliki dua fasa, yaitu Austenit (γ) yang berbentuk seperti pulau dan memiliki warna cerah dan Ferrit (δ) yang berwarna lebih gelap seperti yang telah ditunjukkan oleh panah pada gambar diatas.

Berikut ini adalah properti mekanis dari baja tahan karat super duplex UNS S32750 yang diambil dari ASTM A790 Tahal 2.2 Properti Makaria UNS S22750 (ASTM A700)

Tabel 2.2 Properti Mekanis	UNS S32750	(ASTM A790)
----------------------------	------------	-------------

l	UNS	Tensile	Yield	Elongation in	Hardness	
l		Strength, ksi	Strength, ksi	2 in / 50mm.		
L		[MPa]	[MPa]	%	Brinell	Rockwell C
	\$32750	116 [800]	80 [550]	15	310	32



Berikut ini adalah data yang diambil dari Sandvik *data sheet* mengenai perbandingan laju korosi pada ASTM 316L, SAF 2205, Sanicro 2B, SAF 2507 dan 254 SMO



Gambar 2.3 Data Laju Korosi dari Berbagai Macam Paduan pada Asam Asetat 80% dengan Kadar Ion Chloride 2000ppm pada Temperatur 90°C (Sandvik *Data Sheet*, 2015)

Jika dilihat dari data yang tertera pada Gambar 2.3 maka dapat dilihat baja tahan karat super duplex SAF 2507 (UNS S32750) memiliki laju korosi yang sangat rendah kurang dari 0.5mm/*year* lebih rendah dari SAF 2205 (UNS S31803), 254 SMO dan ASTM 316L.

Untuk aplikasi dari baja tahan karat super duplex SAF 2507 atau UNS S32750 ini sendiri sangat beragam, terutama untuk kondisi lingkungan yang sangat agresif. Contoh aplikasi dari baja tahan karat super duplex SAF 2507 ini adalah pada bidang industri minyak dan gas, dalam industri minyak dan gas SAF 2507 digunakan sebagai *tube* pada *umbilicals* untuk memompa minyak keluar dari sumurnya. Kemudian aplikasi lainnya adalah sebagai tangki pada proses *leaching* untuk *hot acid leaching* untuk



pembuatan Zinc dengan menggunakan proses Jarosite, karena lingkungan pada proses ini sangat agresif sehingga baja tahan karat biasa tidak dapat digunakan, dan baja tahan karat super duplex *grade* 2507 adalah pilihan yang tepat. Seperti yang terlihat pada gambar 2.4 yang merupakan suatu contoh penerapan baja tahan karat super duplex S32750, yaitu sebagai tangki untuk proses *leaching*.



Gambar 2.4 Tangki Proses *Leaching* yang Terbuat dari Super Duplex *grade* 2507 (UNS S32750) (Armas dan Moreuil, editor, 2009)

2.4 Fasa Intermetalik

Fasa intermetalik disini adalah fasa lain yang dapat terbentuk pada *duplex stainless steel* jika baja tahan karat *duplex* tersebut terpapar panas dengan temperatur tertentu. Pada saat baja tahan karat *duplex* terpapar panas dengan temperatur dibawah 1000°C, baja tahan karat *duplex* dapat mengalami berbagai macam transformasi fasa. Pada *range* temperatur 650 hingga 970°C fasa intermetalik yang dapat muncul adalah sigma (σ) dan chi (χ), terlepas dari karbida dan nitrida. Pada temperatur 300 hingga 500°C fasa *alpha-prime* (α ') dapat terbentuk, fasa ini dapat menyebabkan terjadinya 475°C *embrittlement*.



Diagram TTT pada Gambar 2.5 dapat menggambarkan presipitat dari fasa-fasa yang berbeda yang dapat muncul pada baja tahan karat SAF 2507 pada *range* temperatur 600 hingga 1100°C.



Gambar 2.5 Diagram TTT SDSS (Armas dan Moreuil, editor, 2009)

Diagram TTT pada gambar 2.5 diatas menunjukkan bahwa fasa intermetalik utamanya sigma (σ) dapat muncul pada baja tahan karat super duplex 2507 (S32750) pada range temperatur 600°C hingga 1000°C sedangkan untuk fasa-fasa intermetalik yang lain seperti *alpha prime* (α ') dapat muncul pada baja tahan karat duplex 2205 pada range 350°C - 550°C.

2.4.1 Alpha Prime (α')

Dekomposisi pada temperatur terendah adalah terbentuknya *alpha prime* (α ') pada temperatur antara 300 hingga 525°C (Gambar 2.10). Fasa *alpha prime* menjadi penyebab utama terjadinya pengerasan dan '475°C *embrittlement*' pada baja tahan karat ferritik.



Pada temperatur di bawah 400°C, persamaan Arrhenius seringkali digunakan untuk mendeskripsikan kinetika penggetasan. Karakteristik energi aktivasi dari 475°C *embrittlement* serupa dengan difusi Cr pada ferrit, meskipun ada faktor-faktor lain memengaruhi pembentukan *alpha prime* (α '), seperti Cr, Mo dan Cu serta tingkat ferrit yang tinggi. (Gunn, 1997).

2.4.2 Austenit Sekunder (γ₂)

Austenit sekunder atau γ_2 dapat terbentuk dengan relatif cepat dan dengan mekanisme yang berbeda, bergantung pada temperaturnya. Pada temperatur di bawah 650°C, Austenit sekunder (γ_2) memiliki komposisi yang serupa dengan austenit yang berada disekitar ferrit. Karkateristik pembentukan austenit sekunder ini serupa dengan pembentukan martensit.



Gambar 2.6 Gambar Mikroskop Optik dari Fasa Austenit sekunder (γ_2) (Gunn, 1997)

Pada temperatur 700-900°C sebuah reaksi eutektoid dari γ_2 + σ dapat terjadi karena γ_2 menyerap Ni dan sampai pada batas tertentu, menyingkirkan Cr dan Mo, mendorong pembentukan presipitat kaya akan Cr-Mo, seperti fasa sigma. Demikian pula, fasa austenit sekunder (γ_2) yang terbentuk pada batas δ/γ ditemukan larut dalam Cr, terlebih lagi apabila terpresipitat bersama dengan Cr₂N. Salah satu dari reaksi difusi yang terkontrol ini dapat



membuat daerah rentan terhadap korosi sumuran (*pitting*). (Gunn, 1997)

2.4.3 Sigma (σ)

Fasa sigma (σ) adalah fasa yang dianggap paling berbahaya karena fasa sigma ini dapat terbentuk dengan cepat dan sangat memengaruhi ketangguhan dan ketahanan korosi. Fasa sigma adalah fasa getas yang diperkaya Cr dan Mo, muncul disekitar area Cr yang terlarut adalah alasan menurunnya ketahanan korosi. Pembentukan fasa sigma ini adalah dengan reaksi eutektoid dari δ menjadi γ_2 (Austenit Sekunder) + σ . (Zou, 2011)

Fasa ini terbentuk pada temperatur 650 hingga 1000°C, terbentuknya fasa ini seringkali dikaitkan dengan menurunnya sifat mekanik dan ketahanan korosinya. Pada temperatur sekitar 900°C, dekomposisi ferrit ke fasa sigma terjadi sekurang-kurangnya selama 2 menit pada paduan superduplex. Fasa sigma ditemukan berkembang pada temperatur di atas 750°C bersamaan dengan partikel-partikel lain yang ada pada baja duplex. (Gunn, 1997) Unsur Cr, Mo, Si dan Mn dapat mendorong terjadinya pembentukan dari fasa sigma. Selain itu nikel (Ni) juga dapat meningkatkan pembentukan fasa σ , namun keseimbangan volume fraksi akan berkurang. Hal ini disebabkan karena nikel dapat menimbulkan fasa austenit dan fasa sigma pada ferrit sisa. (Gunn, 1997)

Berikut ini adalah gambar hasil SEM yang menunjukkan fasa austenit sekuder dan fasa sigma pada baja tahan karat super duplex UNS S32750 yang ditemukan oleh Fargas (2013) baja tersebut telah diberi perlakuan *aging* dan pada baja tersebut terdapat fasa sigma yang muncul akibat perlakuan *aging* yang diberikan pada baja tersebut. Pada gambar ini fasa sigma adalah yang berwarna putih seperti yang ditunjukkan pada gambar 2.7, dan ferit adalah fasa yang berwarna hitam dan fasa austenit adalah yang berwarna abu-abu.





Gambar 2.7 Gambar Mikroskop Optik Fasa $\gamma_2 + \sigma$ pada Baja UNS 32750 (Fargas, 2013)



Gambar 2.8 Skema Pembentukan Fasa Sigma. (Armas dan Moreuil, editor, 2009)



Berdasarkan yang ditunjukkan oleh gambar 2.8 pembentukan fasa sigma terjadi pada batas antara fasa ferit dan austenit dan berbentuk lamelar. Kemudian fasa tersebut terbentuk didalam butir fasa ferit hingga pada akhirnya fasa ferit tertutupi oleh fasa sigma atau bahkan habis bertransformasi menjadi fasa austenit sekunder dan fasa sigma.

2.4.4 Chi (**x**)

Fasa chi (χ) terbentuk pada temperatur 600-900°C, meskipun dalam jumlah yang lebih sedikit. Fasa chi terbentuk pada batas butir ferit/ferit fasa chi terbentuk saat terpapar temperatur yang relatif rendah membantu pembentukan fasa chi (χ). (Armas dan Moreuil, editor, 2009)



Gambar 2.9 Gambar *Backscattered* SEM dari Fasa χ yang Berwarna Putih (Gunn, 1997)

Seperti halnya dengan fasa sigma, fasa chi terbentuk pada batas δ/γ dan tumbuh di dalam ferit. Fasa chi memiliki pengaruh yang sama dengan fasa sigma, keduanya dapat mempengaruhi



ketahanan korosi dan ketangguhan, namun sebagai dua fasa yang muncul bersamaan, sangat susah untuk mengetahui pengaruh masing-masing fasa (χ dan σ). (Gunn, 1997)

Gambar 2.15 adalah gambar SEM yang menggunakan *backscattered electron* (BSE) yang menggambarkan penampakan fasa chi (χ) yang berwarna putih dan fasa sigma (σ) yang berwarna abu-abu, tampak jelas bahwa jumlah fasa chi yang muncul tidak sebanyak fasa sigma yang muncul.

2.5 M₂₃C₆

Kebanyakan baja tahan karat *duplex* memiliki kadar karbon kurang dari 0,03 wt% dan jumlah maksimal karbida yang terbentuk sekitar 0,5 vol%. Bagaimanapun juga, karena karbon memiliki mobilitas yang tinggi, presipitat karbida dapat terbentuk dengan cepat pada temperatur 700°C-900°C yaitu dibawah 30 menit, tetapi juga dapat terbentuk pada *range* temperatur 550°C-700°C dalam waktu yang lebih lama. (Armas dan Moreuil, editor, 2009)



Gambar 2.10 Presipitat Fasa M₂₃C₆ (Kashiwar, 2012)

Karbon terdapat pada fasa austenit (γ), namun presipitasi karbida $M_{23}C_6$ muncul pada *interface* austenit/ferit (δ/γ) dan dapat bermigrasi dari batas butir (γ/δ) ke dalam area fasa ferit (δ) mengacu pada reaksi eutektoid pembentukan karbida $M_{23}C_6$, $\delta \rightarrow$



 $M_{23}C_6 + \gamma_2$. Karena karbida bertumbuh ke dalam fasa ferit, daerah yang kekurangan Cr pada fasa ferit yang terletak di batas butir ferit/austenit berubah menjadi austenit yang memiliki kadar Cr yang rendah (Willis, 1991). Austenit baru yang terbentuk disebut austenit sekunder (γ_2). Sebagai konsekuensinya, ketahanan terhadap sensitiasi dari baja dapat menurun. (Armas dan Moreuil, editor, 2009)

2.6 Korosi Pitting

Korosi pitting atau korosi sumuran adalah bentuk korosi lokal yang ekstrim yang menyebabkan terbentuknya lubang pada baja. Meskipun, massa yang hilang kecil, suatu baja yang mengalami korosi pitting akan menjadi cacat karena terdapat lubang. Korosi *pitting* biasanya membutuhkan waktu inisiasi yang lama sebelum serangan korosi tersebut dapat terlihat. Sekalinya korosi *pitting* ini terjadi, serangan korosi *pitting* akan terus terjadi dengan laju korosi tertentu. Korosi pitting cenderung tumbuh dengan cara merusak atau melubangi. Biasanya lubang yang sangat kecil akan terbentuk pada permukaan benda. Menusuk lubang ini dengan alat yang tajam dapat membuka lubang yang sangat dalam di bawah permukaan. Akibatnya, lubang tersebut dianggap sebagai celah yang terbentuk dengan sendirinya. Senyawa chloride adalah penyebab yang paling umum terjadinya serangan korosi pitting pada baja tahan karat dan paduan nikel. Penambahan paduan molibdenum, nitrogen dan tambahan yang lainnya dapat mempengaruhi ketahanan korosi. (Kutz, 2002)

Korosi *pitting* adalah hasil dari sebuah kegagalan lapisan pasif. Sehingga senyawa yang digunakan untuk mengujinya harus cukup mengoksidasi untuk membantu *passivity*, dan *chloride* adalah bahan yang penting untuk merusak lapisan pasif dan menginisiasi terjadinya korosi lokal. Sebagai contoh, larutan 6% FeCl₃ (10% FeCl₃ 6H₂O) adalah sebuah media yang umum digunakan untuk menguji korosi *pitting* dan korosi celah (Jones, 1996).




Gambar 2.11 Contoh Bentuk Korosi *Pitting* (Jones. 1996)

Pitting tidak dapat diprediksi, terutama dalam kondisi membentuk lubang yang dalam. Kecepatannya bervariasi, bergantung pada migrasi *corrodents* yang tidak menentu. *Pitting* juga dapat disebabkan oleh beberapa faktor diantaranya diskontinuitas permukaan, tidak cukupnya pelapisan dengan menggunakan inhibitor dan *scratches* pada lapisan. (Jones, 1996.)

2.7 Penelitian Sebelumnya

1. Sigma Phase Precipitation and Properties of Superduplex Stainless Steel UNS S32750 Aged at the Nose Temperature

Dalam penelitian ini penulis menggunakan material Superduplex UNS S32750 yang diberi perlakuan *Solution Treatment* pada temperatur 1080°C selama 50 menit, kemudian material tersebut diberi perlakuan *Aging* dengan variasi temperatur 750-1000°C dengan variasi interval waktu mulai 2-120 menit. Penulis mengevaluasi pengaruh pembentukan presipitat sigma terhadap perubahan sifat mekanik yang ditunjukkan dengan pengujian *hardness* dan *impact*, serta perubahan sifat ketahanan korosi yang terjadi.

Berikut ini adalah hasil dari pengujian kekerasan yang dilakukan untuk menentukan *nose temperature* dari material yang diberi perlakuan panas.





Gambar 2.12 Grafik Hubungan antara Temperatur Aging dengan Nilai Kekerasan (Zou, 2011)

Dari gambar 2.12 dapat dilihat bahwa nilai kekerasan yang tertinggi didapat pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 920°C yang artinya jumlah fasa sigma yang muncul adalah yang paling banyak, dan dianggap sebagai *nose temperature*.

Berikut ini adalah gambar struktur mikro dari SAF 2507 yang telah di-*aging* pada temperatur 920°C dengan berbagai variasi waktu tahan, 0 menit, 2 menit, 30 menit dan 120 menit. Pemanasan dilakukan untuk menumbuhkan fasa sigma dan pengamatan fasa sigma yang terbentuk dilakukan dengan menggunakan mikroskop optik.





Gambar 2.13 Struktur Mikro SAF 2507 yang Telah diaging pada Temperatur 920°C (Zou, 2011)

Pada gambar 2.13 (a) spesimen yang tidak diberikan perlakuan sama sekali tidak terlihat adanya fasa sigma, yang terlihat hanya fasa austenit dan fasa ferit. Fasa sigma mulai terlihat pada gambar 2.13 (b) dimana fasa sigma terbentuk pada batas butir austenit dan ferit (δ/γ) dan jumlahnya terus meningkat hingga seperti yang terlihat pada gambar 2.13 (d). Pada gambar 2.13 (d) fasa ferit tidak ditemukan, yang terlihat hanya fasa sigma dan fasa austenit sekunder.

Ini sangat jelas bahwa baja tahan karat super duplex lebih sensitif untuk terbentuknya presipitat fasa sigma. Hal ini dapat dilihat dari gambar 2.14 yang menggambarkan pada menit 0-5 laju presipitasinya mencapai level tertinggi, sedangkan 5-120 menit terlihat mulai melambat. Dalam waktu 120 menit seluruh fasa ferit bertransformasi menjadi fasa sigma dan fasa austenit sekunder, seperti yang terlihat pada gambar 2.13 (d).

LAPORAN TUGAS AKHIR BAB II TINJAUAN PUSTAKA





Gambar 2.14 Jumlah Fasa Sigma dan Ferit pada SAF 2507 yang di-*aging* pada Temperatur 920°C dengan Waktu Tahan yang Berbeda (Zou, 2011)



Gambar 2.15 Grafik Hubungan *Holding Time* Proses *Aging* dengan Kekuatan *Impact* (Zou, 2011) Dari gambar 2.15 dapat dilihat bahwa pada holding time 0 menit kekuatan *impact* SAF 2507 sebesar 260J semakin lama



waktu tahan menurunkan kekuatan *impact*, yang artinya fasa sigma dapat menurunkan kekuatan *impact* dengan sangat derastis meskipun jumlah fasa sigma yang terbentuk dalam jumlah sedikit, penurunan terjadi dari 260J turun hingga 28J, artinya baja SAF 2507 tersebut berubah menjadi sangat getas.



Gambar 2.16 Hubungunan Laju Korosi dengan Waktu Aging pada Temperatur 920°C (Zou, 2011)

Gambar 2.16 menunjukkan bahwa pembentukan fasa sigma pada SAF 2507 ini juga dapat memengaruhi ketahanan korosinya. Laju korosi tampak naik drastis pada waktu *aging* 10 menit dan 30 menit dan laju korosi tersebut terus naik bersamaan dengan lamanya waktu tahan proses *aging*.

2. Effect of Sigma Phase On The Wear Behavior of a Super Duplex Stainless Steel

Pada penilitian ini material yang digunakan adalah EN 1.4410 Super Duplex Stainless Steel atau sama dengan SAF 2507 dengan komposisi kimia 25.2 % Cr, 7.1% Ni, 5.1% Mo, 2.1% Mn, 1.1% Si, 0.28% N dan 0.03% C. Material berbentuk *bar* dengan

LAPORAN TUGAS AKHIR BAB II TINJAUAN PUSTAKA



diameter 20mm dan dipotong membentuk piringan dengan ketebalan 10mm. Kemudian material tersebut diberi perlakuan panas dengan temperatur 1050°C dengan *water quench*. Untuk mendapatkan persentase fasa sigma yang berbeda maka dilakukan *heat treatment* dengan beberapa temperatur dan waktu tahan yang telah ditentukan.

Presipitasi yang terbentuk diidentifikasi dengan menggunakan XRD. Kemudian struktur mikro dianalisa dengan menggunakan mikroskop optik dan pengukuran kuantitatif menggunakan *software* analisa gambar.



Gambar 2.17 Struktur Mikro AR SDSS Tanpa Perlakuan (Fargas, 2013)



Gambar 2.17 menunjukkan struktur mikro dari material yang tidak diberi perlakuan apapun, dari gambar tersebut terlihat bahwa tidak ada fasa sigma, dan yang ada hanya fasa austenit dan fasa ferit. Setelah material tersebut diberi perlakuan *aging* sesuai dengan temperatur dan waktu tahan yang telah ditentukan maka terjadi perubahan struktur mikro yaitu terbentuknya fasa sigma (σ) seperti yang ditunjukkan oleh gambar berikut ini:



Gambar 2.18 Struktur Mikro AR-SDSS setelah diaging (Fargas, 2013)

Dari gambar 2.18 dapat dilihat perubahan yang terjadi pada gambar 2.18 (a) perlakuan panas diberikan dengan temperatur 875 selama 20 menit sedangkan 2.18 (b) temperatur 875 selama 180

LAPORAN TUGAS AKHIR BAB II TINJAUAN PUSTAKA



menit. Pada gambar 2.18 (b) akan terlihat sangat jelas fasa sigma yang muncul, fasa tersebut telah bertumbuh hingga masuk ke dalam fasa ferit. Bandingkan dengan gambar 2.18 (a) fasa sigma yang bermunculan dalam jumlah kecil dan berada pada batas butir austenit dan ferit.



Gambar 2.19 Struktur Mikro ARSDSS (Fargas, 2013)

Gambar 2.19 adalah perbesaran dari gambar 2.18 (b), pada gambar ini terlihat sangat jelas ferit terdekomposisi dan bertransformasi menjadi fasa sigma dan fasa austenit sekunder.





Gambar 2.20 Wear Volume untuk AR SDSS (Fargas, 2013)

Dari hasil uji *wear resistance* (Gambar 2.19) yang dilakukan dapat diketahui bahwa material yang diberi perlakuan panas dengan temperatur 875°C selama 180 menit memiliki *wear resistance* yang paling tinggi ini ditunjukkan volume aus yang paling rendah jika dibandingkan dengan material yang tidak diberi perlakuan dan material yang diberi perlakuan panas dengan parameter temperatur dan waktu tahan yang lain. Pada material yang diberi perlakuan panas dengan temperatur 875°C selama 180 menit memiliki persentase fasa sigma yang paling tinggi dibanding ketiga material yang lain. Hal ini menunjukkan bahwa fasa sigma dapat meningkatkan *wear resistance*.

3. Influence of Heat Treatment on Microstructure, Hardness and Wear Behavior of Super Duplex Stainless Steel AISI 2507



Spesimen yang digunakan adalah baja tahan karat SAF 2507 yang berbentuk *bar* dengan diameter 10mm. Spesimen diberi perlakuan panas pada temperatur 1050°C selama 2 jam dengan pendinginan cepat (*water quench*) untuk mendapatkan keseimbangan fasa ferit dan austenit, kemudian diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 850°C dengan pendinginan menggunakan air dan oli.



Gambar 2.21 Hasil Uji XRD (a) *Solution Treated* 1050°C (b) *Heat Treated* 850°C 1 jam (Davanageri, 2015)

Hasil dari uji XRD menunjukkan bahwa fasa sigma muncul pada spesimen yang telah diberi perlakuan panas dengan temperatur 850C selama 1 jam, *peak* fasa sigma muncul disekitar



fasa austenit dan fasa ferit. Fasa sigma muncul akibat perlakuan panas yang diberikan pada baja tersebut.



Gambar 2.22 Struktur Mikro AISI 2507 yang Telah Diberi Perlakuan Panas 850°C selama 1 jam (Davanageri, 2015)

Dari gambar 2.22 dapat terlihat bahwa baja AISI 2507 yang telah diberi perlakuan panas pada temperatur 850°C dengan waktu tahan 1 jam terbentuk fasa sigma seperti yang telah ditunjukkan pada Gambar 2.22. Fasa sigma tumbuh pada daerah yang mengandung kadar Cr yang tinggi di daerah ferit sejumlah 30% fraksi volume.

Hasil pengujian *hardness* yang dilakukan pada AISI 2507, terjadi peningkatan nilai kekerasan pada baja AISI 2507 dari baja yang diberi *solution treatment* dan baja yang telah diberi perlakuan *aging*. Penyebab utamanya adalah terbentuknya fasa sigma pada baja AISI 2507 yang telah diberi perlakuan *aging*.





Gambar 2.23 Sliding Distance vs Wear (Davanageri, 2015)

Gambar 2.23 adalah gambar hasil pengujian ketahahanan aus (*wear resistance*), *sliding distance* meningkatkan hilangnya *wear volume* pada spesimen. Ketahanan aus spesimen yang didinginkan dengan oli (*oil quench*) lebih rendah dibanding spesimen yang didinginkan air (*water quench*).



LAPORAN TUGAS AKHIR BAB II TINJAUAN PUSTAKA

(Halaman ini sengaja dikosongkan)

BAB III METODOLOGI

3.1 Diagram Alir



Gambar 3.1 Diagram Alir Penelitian



3.2 Alat dan Bahan Penelitian

3.2.1 Bahan-bahan Penelitian

1. Spesimen Uji Spesimen uji terdiri dari *Tube* Super Duplex SAF 2507 yang masih baru dengan komposisi kimia sebagai berikut:

Tabel 3.1 Tabel Komposisi Kimia Super Duplex SAF 2507

С	Si	Mn	Р	S	Cr	Ni	Mo	Dll.		
≤0.030	≤0.8	≤1.2	≤0.025	≤0.015	25	7	4	N=0,3		

Sumber: SANDVIK SAF 2507 Datasheet, 2015

2. Larutan etsa Larutan etsa yang digunakan adala

Larutan etsa yang digunakan adalah Glisergia

3. Larutan elektrolit

Larutan elektrolit yang digunakan untuk proses perendaman adalah ${\rm FeCl}_3$

4. Resin

Digunakan untuk mounting spesimen metalografi

5. Katalis

Digunakan untuk mengeraskan resin mounting spesimen metalografi

6. Autosol

Digunakan untuk proses polishing spesimen metalografi

7. Aquades

Digunakan untuk membersihkan spesimen setelah proses perendaman

3.2.2 Alat-alat Penelitian

1. Bending tool

Digunakan untuk merubah bentuk seamless tube SAF 2507 menjadi plat.

- 2. *Cutting tool* Digunakan untuk memotong sampel berupa plat SAF 2507.
- 3. Drilling Tool

Digunakan untuk melubangi bagian tengah sisi atas kupon yang akan berfungsi untuk menggantung spesimen ketika proses perendaman



- *4. Muffle furnace* Digunakan untuk memanaskan SAF 2507.
- 5. Ember Digunakan sebagai wadah air untuk *water quench*.
- 6. Pipa Sok Digunakan sebagai cetakan sampel uji metalografi saat *mounting*.
- 7. Kertas Amplas Digunakan untuk *grinding* sampel saat preparasi sampel untuk uji metalografi.
- Gelas Ukur 100ml Digunakan untuk membuat larutan
- Gelas Ukur 10ml Digunakan untuk membuat larutan
- 10.Gelas Beker 1000ml Digunakan untuk proses perendaman
- 11.Penjepit Logam Digunakan untuk mengambil sampel yang telah di *solution treatment* dan *aging*.
- 12. Timbangan Digital

Digunakan untuk menimbang spesimen sebelum dan sesudah proses perendaman

13.Benang

Digunakan untuk menggantung spesimen pada kayu ketika proses *immersion*

14.Batang Kayu

Digunakan untuk menggantung spesimen agar tidak menyentuh permukaan *chamber* ketika proses *immersion*

15. Alat Uji Mikroskop Optik

Digunakan untuk mengamati struktur mikro dari spesimen SAF 2507 yang masih baru, yang telah terkorosi dan yang telah diberi perlakuan



16.Alat Uji SEM/EDX

Digunakan untuk mengetahui topografi permukaan *sample* SAF 2507 yang masih baru, yang telah terkorosi dan yang telah diberi perlakuan

17.Alat Uji XRD

Digunakan untuk mengetahui fasa yang terdapat pada *sample* SAF 2507 yang masih baru, yang telah terkorosi dan yang telah diberi perlakuan

3.3 **Prosedur Penelitian**

3.3.1 Preparasi Sampel

Preparasi sampel meliputi bending dan pemotongan SAF 2507 sebagai spesimen kontrol dan spesimen yang diberi perlakuan aging. Untuk spesimen vang akan diberi perlakuan aging dipotong menjadi 20mm x 20mm x 2,4mm. Spesimen dipotong untuk pengujian metalografi, uji korosi, SEM dan XRD. Untuk spesimen yang tidak diberikan perlakuan sama sekali maka spesimen tersebut menjadi Spesimen Kontrol. Untuk uji metalografi spesimen akan di-mounting menggunakan resin agar memudahkan proses grinding. Kemudian untuk kebutuhan uji weight loss maka sisi tengah bagian atas spesimen dilubangi dengan menggunakan bor agar dapat digantung saat proses perendaman, kemudian penimbangan dilakukan massa awal spesimen dengan menggunakan timbangan digital

3.3.2 Preparasi Larutan

Larutan yang digunakan pada penelitian ini terdiri atas larutan etsa dan larutan perendam. Preparasinya ialah sebagai berikut :

1. Larutan Etsa

Berdasarkan ASTM E407, larutan etsa yang digunakan adalah Glisergia dengan komposisi 6ml Gliserol, 6ml HCl dan 4ml HNO₃.



2. Larutan Perendam

Berdasarkan ASTM G48, larutan yang akan digunakan adalah FeCl₃. Untuk volume larutan yang digunakan menyesuaikan dengan luas permukaan sampel. Sesuai ASTM G31-72, perhitungan minimum larutan yang digunakan adalah dengan persamaan sebagai berikut:

Volume larutan = (0.2 s/d 0.4) x luas permukaan (3.1)

Karena hasil perhitungan luas permukaan adalah sebesar 8.194cm² maka minimal volume yang digunakan adalah sebesar 327.76ml

3.3.3 Pengujian Sampel Kontrol

Untuk mengetahui keadaan awal spesimen maka akan dilakukan pengujian kekerasan, metalografi, SEM dan XRD.

- a. Uji Korosi dengan metoda weight loss, pengujian ini bertujuan untuk mengetahui laju korosi super duplex SAF 2507. Sample yang digunakan adalah spesimen yang masih baru, ditimbang massa awalnya. Kemudian sample tersebut direndam di dalam larutan FeCl₃. Waktu perendaman dilakukan selama 24 jam diatas sebuah magnetic stirrer dengan settingan temperature 34°C. Kemudian setelah direndam selama waktu yang ditentukan, sample ditimbang kembali dan dilihat selisih massanya.
- b. Uji metalografi dilakukan dengan mikroskop optik di Laboratorium Metalurgi Jurusan Teknik Material dan Metalurgi ITS. Tujuannya untuk mengetahui struktur mikro dari sampel sebelum diberi *solution* treatment dan *aging*. Etsa yang dipakai yaitu Glisergia
- c. Uji XRD (X-Ray Diffraction) di Laboratorium Karakterisasi Material Jurusan Teknik Material dan



Metalurgi ITS untuk mengetahui keberadaan fasa sigma pada sampel yang tidak diberikan perlakuan sama sekali.

d. Pengujian SEM dilakukan dengan *Scanning Electron Microscope* tipe FEI INSPECT S50 di Laboratorium Karakterisasi Material Teknik Material dan Metalurgi ITS. Tujuan dari pengujian ini untuk mengetahui struktur mikro sebelum diberi perlakuan aging dan morfologi permukaan sampel dan seteleah diuji *weight loss*.

3.3.4 Proses Aging

Sampel yang telah didinginkan dengan *water quench* kemudian dipanaskan kembali dengan variasi temperatur dan waktu tahan yang telah ditentukan dan didinginkan dengan media air (*water quench*) dan diagitasi. Rancangan pembagian jumlah spesimen untuk variasi temperatur dan waktu tahan dapat dilihat pada tabel 3.2

Tabel 3.2 Rancangan Pembagian Jumlah Spesimen

Waktu Tahan	Temperatur 600°C	Temperatur 700°C	Temperatur 800°C	Temperatur 900°C
1 Jam	1 Sampel	1 Sampel	1 Sampel	1 Sampel
2 Jam	1 Sampel	1 Sampel	1 Sampel	1 Sampel

3.3.5 Pengujian Sampel

Untuk mengetahui keadaan sampel setelah diberi perlakuan *aging* maka dilakukan pengujian *weight loss*, metalografi, SEM dan XRD.

a. Uji metalografi dilakukan dengan mikroskop optik di Laboratorium Metalurgi Jurusan Teknik Material dan Metalurgi ITS. Tujuannya untuk mengetahui perubahan yang terjadi pada struktur mikro dari sampel setelah diberi perlakuan *aging*. Etsa yang dipakai yaitu Glisergia.



- b. Uji Korosi dengan metoda *weight* loss, pengujian ini bertujuan untuk mengetahui laju korosi super duplex SAF 2507. *Sample* yang digunakan adalah spesimen yang telah diberi perlakuan *aging*, ditimbang massa awalnya. Kemudian *sample* tersebut direndam di dalam larutan Fe₃Cl. Waktu perendaman dilakukan selama 24 jam diatas sebuah *magnetic stirrer* dengan *settingan* temperature 34°C. Kemudian setelah direndam selama waktu yang ditentukan, *sample* ditimbang kembali dan dilihat selisih massanya.
- c. Uji XRD (*X-Ray Diffraction*) di Laboratorium Karakterisasi Material Jurusan Teknik Material dan Metalurgi ITS untuk mengetahui keberadaan fasa sigma pada sampel yang telah diberi perlakuan *aging*..
- d. Pengujian SEM dilakukan dengan *Scanning Electron Microscope* tipe FEI INSPECT S50 di Laboratorium Karakterisasi Material Teknik Material dan Metalurgi ITS. Tujuan dari pengujian ini untuk mengetahui perubahan yang terjadi pada struktur mikro setelah diberi perlakuan aging dan morfologi permukaan sampel dan seteleah diuji *weight loss*.

3.3.6 Analisa

a. Analisis Mikro Struktur

Hasil uji metalografi dengan mikroskop optik dan SEM yang berupa struktur mikro dari spesimen kontrol 1 dan sampel hasil *aging* dibandingkan untuk melihat pengaruh dari temperatur dan waktu tahan *aging* terhadap struktur mikro pada baja tahan karat SAF 2507.

b. Analisis Laju Korosi dengan metode weight loss

Dari hasil uji korosi spesimen kontrol 1 dan sampel hasil aging dianalisis pengaruh temperatur dan waktu tahan aging terhadap nilai ketahanan korosi *pitting* pada baja tahan karat SAF 2507. Mengacu pada ASTM G1 untuk mencari laju



korosi dari data weight loss dengan persamaan sebagai berikut:

$$Corrosion Rate = \frac{(K \times W)}{(A \times T \times D)}$$
(3.2)

Keterangan :

K = konstanta laju korosi (3.45×10^6)

- W = massa yang hilang (g)
- A = luas permukaan (cm^2)
- $D = densitas spesimen (g/cm^3)$
- T = waktu perendaman (jam)
- c. Analisis Fasa

Pengaruh dari penambahan temperatur dan waktu tahan *aging* terhadap fasa sigma yang terbentuk pada SAF 2507 dapat dianalisis melalui hasil uji XRD spesimen kontrol 1 dan sampel hasil *aging*.

3.4 Rancangan Pengujian

Tabel 3.3 Rancangan Pengujian

Waktu	Temperatur	Struktur	SEM	XRD	Weight	Corrosion	
Tahan		Mikro			Loss	Rate	
1 Jam	600°C						
	700°C						
	800°C						
	900°C						
2 jam	600°C						
	700°C						
	800°C						
	900°C						



3.5 Jadwal Penelitian

Tabel 3.4 Jadwal Penelitian

Tex Star bas	Maret			April			Mei				Juni					
Kegiatan		2	3	4	1	2	3	4	1	2	3	4	1	2	3	4
Preparasi alat dan bahan		1.1				1.								1.11.1	1.1.4	
Pengujian spesimen kontrol												-			1.0	
Proses aging	1.1		1.001	-				121						1.1.1		1.000
Pengujian sampel	- 1 -		-													
Analisis data																
Penyususnan laporan							-									
Asistensi laporan																



(Halaman ini sengaja dikosongkan)

BAB IV HASIL DAN PEMBAHASAN

4.1 HASIL DAN PEMBAHASAN4.1 HASIL UJI XRD



Gambar 4.1 Grafik Hasil Uji XRD Spesimen Tanpa Perlakuan

Mengacu pada gambar 4.1 bahwa pada spesimen yang tidak diberi perlakuan tidak ditemukan adanya fasa sigma (σ), dan fasa yang muncul adalah fasa austenit (γ) yang diwakili oleh *peak* pertama pada posisi 2 theta 43.3581, ketiga pada posisi 2 theta 50.3925, kelima dengan posisi 2 theta 74.2035 dengan dan ketujuh pada posisi 2 theta 89.9577, fasa lain yang ditemukan adalah ferit (δ) yang diwakili oleh *peak* kedua dengan posisi 2 theta 44.4513, keempat pada posisi 2 theta 64.6320, keenam pada posisi 2 theta 81.9238, dan kedelapan pada posisi 2 theta 98.1234. Adanya dua fasa ini menunjukkan ciri khas baja tahan karat super duplex.



Perlakuan *aging* diberikan dengan temperatur yang dapat memunculkan fasa intermetalik utamanya fasa sigma (σ), pemanasan dilakukan pada temperatur 600°C, 700°C, 800°C dan 900°C dengan waktu tahan selama 1 jam dan 2 jam.



Gambar 4.2 Hasil XRD SAF 2507 yang telah di-*Aging* Temperatur 600°C

Dari gambar 4.2 pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 600°C dengan waktu tahan 1 jam ditemukan *peak* yang diidentifikasi fasa austenit (γ) pada posisi 2 theta 43.2675, ketiga pada posisi 2 theta 50.1482, kelima dengan posisi 2 theta 74.0571 dan ketujuh pada posisi 2 theta 89.5972, fasa lain yang ditemukan adalah ferit (δ) yang diwakili oleh *peak* kedua dengan posisi 2 theta 44.4014, keempat pada posisi 2 theta 64.4801, keenam pada posisi 2 theta 81.6331, fasa intermetalik tidak ditemukan sesuai dengan diagram TTT pada gambar 2.5, sementara itu untuk spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan



temperatur 600°C dengan waktu tahan 2 jam ditemukan fasa austenit (γ) pada posisi 2 theta 43.2675 dengan bidang kristal, ketiga pada posisi 2 theta 50.0870, keenam dengan posisi 2 theta 73.9589 dan ketujuh pada posisi 2 theta 89.7941, fasa lain yang ditemukan adalah ferit (δ) yang diwakili oleh *peak* kedua dengan posisi 2 theta 44.4014, keempat pada posisi 2 theta 64.4081, dan kedelapan dengan posisi 2 theta 81.6331. Pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 600°C dan waktu tahan 1 jam dan 2 jam, tidak ditemukan fasa intermetalik apapun. Hal ini sesuai dengan diagram TTT (Gambar 2.5).

Selanjutnya, dari Gambar 4.3 spesimen yang telah diberi perlakuan *aging* pada temperatur 700°C dengan waktu tahan 1 jam ditemukan *peak* fasa austenit (γ) pada posisi 2 theta 42.8293, ketiga pada posisi 2 theta 49.8647, kelima dengan posisi 2 theta 73.1937 , fasa lain yang ditemukan adalah ferit (δ) yang diwakili oleh *peak* kedua dengan posisi 2 theta 44.3500, kelima pada posisi 2 theta 64.5205, dan ketujuh dengan posisi 2 theta 81.6496, sementara itu pada temperatur 700°C dengan waktu tahan 2 jam ditemukan fasa austenit (γ) pada *peak* ketiga pada posisi 2 theta 43.32, keenam pada posisi 2 theta 50.18, kedelapan posisi 2 theta 74.09, fasa lain yang ditemukan adalah ferit (δ) yang diwakili oleh *peak* keempat dengan posisi 2 theta 44.36, ketujuh pada posisi 2 theta 64.43, dan kesepuluh dengan posisi 2 theta 81.76, lalu fasa M₂₃C₆ pada *peak* pertama dan kedua pada posisi 2 theta 37.7658 dan 41.5927 dan fasa chi pada posisi 2 theta 48.11 dan 79.07 sebagai fasa intermetalik yang terbentuk akibat perlakuan aging yang telah diberikan sesuai dengan diagram TTT pada gambar 2.5 dan penelitian yang dilakukan oleh Kashiwar (2012) yang juga menemukan fasa $M_{23}C_6$ dan fasa chi pada baja tahan karat S31803 atau AISI 2205 pada baja yang telah di beri perlakuan aging pada temperatur 700°C. Fasa M₂₃C₆ memang dapat terbentuk dengan sangat cepat (dibawah 30 menit) pada temperatur 700°C hingga 900°C dan pembentukan yang lebih lama pada temperatur 550°C-700°C seperti yang dikatakan oleh Armas dan Moreulis (2009).



Gambar 4.3 Hasil Uji XRD SAF 2507 yang di-Aging pada Temperatur 700°C

Pada Gambar 4.4 spesimen yang telah diberi perlakuan *aging* pada temperatur 800°C dengan waktu tahan 1 jam ditemukan *peak* fasa austenit (γ) yang diwakili oleh *peak* kedua pada posisi 2 theta 43.422, keenam pada posisi 2 theta 50.52, ketujuh dengan posisi 2 theta 74.217 dan kesembilan pada posisi 2 theta 90.14, fasa lain yang ditemukan adalah ferit (δ) yang diwakili oleh *peak* kedua dengan posisi 2 theta 44.42, serta fasa sigma (σ) diwakili *peak* pertama pada posisi 2 theta 42.21, kelima pada posisi 2 theta 46.84, kedelapan pada posisi 2 theta 82.04 sebagai fasa intermetalik yang terbentuk akibat perlakuan *aging* yang diberikan dan pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 800°C dengan waktu tahan 2 jam ditemukan *peak* yang diindikasikan sebagai fasa austenit (γ) yang diwakili oleh *peak* kedua pada posisi 2 theta 43.53, ketujuh pada posisi 2 theta 50.63, kedelapan dengan posisi 2 theta 74.34 dan kesembilan pada posisi

LAPORAN TUGAS AKHIR BAB IV HASIL DAN PEMBAHASAN



2 theta 90.20, fasa lain yang ditemukan fasa sigma (σ) yang diwakili oleh *peak* pertama pada posisi 42.331, keempat pada posisi 2 theta 45.84 keenam pada posisi 48.03 sebagai fasa intermetalik yang terbentuk akibat perlakuan *aging* yang diberikan.



Gambar 4.4 Hasil XRD SAF 2507 yang di-Aging Temperatur 800°C

Aging dengan temperatur 800°C dan waktu tahan 2 jam menghasilkan fasa sigma yang lebih banyak dari pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur yang sama namun waktu tahannya 1 jam hal ini terlihat dari jumlah *peak* fasa sigma yang muncul. Pada spesimen yang dengan waktu tahan 2 jam fasa ferit tidak ditemukan karena seluruh fasa ferit bertransformasi menjadi fasa sigma dan fasa austenit sekunder.



Gambar 4.5 Hasil XRD SAF 2507 yang Telah di-*Aging* Temperatur 900°C

Pada gambar 4.5 spesimen yang telah diberikan perlakuan *aging* pada temperatur 900°C dengan waktu tahan 1 jam ditemukan *peak* yang diindikasikan sebagai austenit (γ) yang diwakili oleh *peak* keempat pada posisi 2 theta 43.6558, keenam pada posisi 2 theta 50.7212, kedelapan dengan posisi 2 theta 74.5176, kesebelas pada posisi 2 theta 90.3062 dan kedua belas pada posisi 2 theta 95.3669, fasa lain yang ditemukan adalah ferit (δ) yang diwakili oleh *peak* kelima dengan posisi 2 theta 44.6680, keenam pada posisi 2 theta 81.9594, serta fasa sigma (σ) yang diwakili oleh *peak* ketiga pada posisi 2 theta 42.4396, ketujuh pada posisi 2 theta 65.0118, kesembilan pada posisi 2 theta 78.9772, sebagai fasa intermetalik yang terbentuk akibat perlakuan *aging* yang diberikan. Untuk yang diberi perlakuan *aging* temperatur 900°C dengan waktu tahan 2 jam ditemukan fasa austenit (γ) yang diwakili oleh



peak keempat pada posisi 2 theta 43.491, kedelapan pada posisi 2 theta 50.45, kesembilan dengan posisi 2 theta 74.29 dan kedua belas pada posisi 2 theta 90.01 dan ketiga belas pada posisi 2 theta 95.08, fasa lain yang ditemukan adalah fasa sigma (σ) yang diwakili oleh *peak* pertama pada posisi 36.61, keempat pada posisi 2 theta 45.63, keenam pada posisi 2 theta 46.77, kedelapan pada posisi 2 theta 67.10, kesepuluh pada posisi 2 theta 79.05. Pada spesimen ini juga tidak ditemukan fasa ferit (δ) seperti halnya dengan spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 800°C dengan waktu tahan 2 jam, dimana seluruh fasa ferit bertransformasi menjadi fasa sigma dan fasa austenit sekunder melalui reaksi eutektoid.

Dari seluruh hasil uji XRD yang telah dilakukan terlihat bahwa peak fasa intermetalik utamanya fasa sigma yang mulai ditemukan pada spesimen yang diberi perlakuan aging pada temperatur 800°C dengan waktu tahan 1 Jam dan jumlah puncak dari fasa sigma yang muncul terlihat semakin banyak seiring dengan naiknya temperatur dan waktu tahan yang diberikan. Bahkan, pada spesimen yang diberikan perlakuan *aging* dengan temperatur 800°C dan 900°C dengan waktu tahan 2 Jam. Selain fasa sigma, fasa M₂₃C₆ juga ditemukan pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 700°C dengan waktu tahan 1 jam dan 2 jam serta fasa chi yang ditemukan pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 700°C dengan waktu tahan 2. fasa ferit tidak lagi ditemukan karena seluruh ferit bertransformasi menjadi fasa sigma dan fasa austenit sekunder. Hal ini sesuai dengan yang diungkapkan oleh Gunn (1997), bahwa temperatur yang dapat menumbuhkan fasa sigma secara maksimal adalah disekitar 900°C. Selain itu, hal ini juga senada dengan yang ditemukan oleh Zou (2011) seperti yang ditunjukkan oleh gambar 2.14. Untuk membuktikan perubahan yang terjadi pada struktur mikro baja tahan karat SAF 2507 Super Duplex yang telah diberi perlakuan aging pada temperatur 600°C, 700°C, 800°C dan 900°C dengan waktu tahan 1 jam dan 2 jam, dilakukan pengamatan visual.



4.2 HASIL UJI METALOGRAFI



Gambar 4.6 Struktur Mikro SAF 2507 Tanpa Perlakuan pada Perbesaran 100x

Analisa struktur mikro ini menggunakan mikroskop optik, etsa yang digunakan adalah glisergia dengan komposisi 6ml Gliserol, 6ml HCl dan 4ml HNO₃. Spesimen dietsa dengan cara dicelup selama 30-35 detik untuk identifikasi awal perubahan pada struktur mikro SAF 2507 Super Duplex.

Gambar 4.6 adalah struktur mikro dari SAF 2507 super duplex yang tanpa perlakuan yang menunjukkan bahwa fasa yang terdapat pada spesimen yang tanpa perlakuan adalah fasa ferit (δ) yang berwarna lebih gelap karena ferit adalah fasa yang lebih mudah terkorosi karena beda potensialnya lebih rendah dan fasa austenit (γ) yang berwarna lebih cerah seperti yang ditunjukkan pada gambar diatas hal ini terjadi karena etsa yang digunakan adalah glisergia dan hal ini juga membuktikan bahwa pada spesimen yang tidak diberi perlakuan tidak terdapat fasa sigma (σ).

Untuk spesimen yang lain diberi perlakuan *aging* dengan variasi temperatur 600°C, 700°C, 800°C dan 900°C dengan variasi waktu tahan 1 jam dan 2 jam pendinginan dilakukan dengan sangat cepat dengan media air (*water quench*) yang diikuti dengan agitasi (pengadukan). Setelah diberi perlakuan *aging* dengan berbagai variasi temperatur dan waktu tahan, terjadi perubahan pada struktur



mikro dari baja tahan karat SAF 2507 Super Duplex. Perubahan yang terjadi adalah munculnya fasa intermetalik yang dapat berpengaruh buruk terhadap ketahanan korosi, fasa tersebut adalah fasa sigma, berikut ini adalah hasil dari pengujian struktur mikro dari baja yang telah diberi perlakuan *aging* dengan variasi temperatur dan waktu tahan.



Gambar 4.7 Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada Temperatur 600°C dengan Waktu Tahan (a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)



Gambar 4.7 (a) adalah gambar struktur mikro dari baja tahan karat SAF 2507 super duplex yang telah diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 600°C dengan waktu tahan 1 jam. Ditemukan fasa austenit (γ) yang berwarna terang dan ferit (δ) yang berwarna lebih gelap seperti yang ditunjukkan anak panah, pada gambar 4.7 (b) juga ditemukan fasa austenit (γ) yang berwarna terang dan ferit (δ) yang berwarna lebih gelap dan belum ditemukan adanya fasa intermetalik sesuai dengan diagram TTT.



Gambar 4.8 Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada Temperatur 700°C dengan Waktu Tahan (a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)



Pada gambar 4.8 (a) Struktur mikro dari baja SAF 2507 yang telah diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 700°C waktu tahan 1 jam ditemukan fasa austenit (δ), fasa austenit (γ) yang muncul akibat perlakuan *aging* yang telah diberikan. Fasa chi (χ) dan fasa M₂₃C₆ ditemukan pada perlakuan *aging* dengan temperatur 700°C dengan waktu tahan 2 jam (Gambar 4.8.b) sesuai dengan diagram TTT (gambar 2.5) dan yang ditemukan oleh Kashiwar (2012).



Gambar 4.9 Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada Temperatur 800°C dengan Waktu Tahan (a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)



Pada gambar 4.9 (a) Struktur mikro dari baja SAF 2507 yang telah diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 800°C waktu tahan 1 jam ditemukan fasa austenit (δ), fasa austenit (γ) dan fasa sigma (σ) sebagai fasa intermetalik yang muncul akibat perlakuan *aging* yang telah diberikan. Fasa-fasa tersebut juga ditemukan pada perlakuan *aging* dengan temperatur 800°C dengan waktu tahan 2 jam, kecuali fasa ferit yang hilang karena bertransformasi menjadi fasa sigma dan fasa austenit sekunder. (Gambar 4.9 b)



Gambar 4.10 Struktur Mikro SAF 2507 Diaging pada Temperatur 900°C dengan Waktu Tahan (a) 1 jam; (b) 2 jam (100x)



Pada gambar 4.10 (a) Struktur mikro dari baja SAF 2507 yang telah diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 900°C waktu tahan 1 jam ditemukan fasa ferit (δ), fasa austenit (γ) dan fasa sigma (σ) sebagai fasa intermetalik yang muncul akibat perlakuan *aging* yang telah diberikan. Fasa-fasa tersebut juga ditemukan pada perlakuan *aging* dengan temperatur 900°C dengan waktu tahan 2 jam namun fasa ferit (δ) tidak lagi ditemukan karena seluruh ferit telah bertransformasi menjadi fasa sigma dan austenit sekunder (Gambar 4.10.b)

Dari hasil uji metalografi yang telah dilakukan, terlihat peningkatan jumlah fasa intermetalik yang bermuculan, apabila meninjau dari gambar struktur mikro pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 600°C, 700°C, 800°C dan 900°C terlihat perbandingan yang sangat mencolok, terutama munculnya fasa intermetalik. Kemudian hasil metalografi ini diperjelas dengan menggunakan SEM.

4.3 HASIL UJI SEM



Gambar 4.11 Hasil SEM SAF 2507 Tanpa Perlakuan


Gambar 4.11 adalah gambar hasil pengamatan struktur mikro dengan menggunakan SEM yang menunjukkan bahwa fasa yang terdapat pada spesimen yang tidak diberi perlakuan adalah fasa ferit (δ) yang berwarna lebih gelap dan fasa austenit (γ) yang timbul seperti pulau yang ditunjukkan pada gambar diatas.



Gambar 4.12 Hasil SEM SAF 2507 di-*Aging* Temperatur 600°C Waktu Tahan (a) 1 Jam (b) 2 Jam



Gambar 4.12 adalah gambar-gambar hasil pengamatan struktur mikro dengan variasi temperatur 600°C dengan waktu tahan 1 Jam (a) dan 2 Jam (b) pada gambar 4.12 (a) ditemukan fasa ferit (δ), austenit (γ), dan untuk gambar 4.12 (b) ditemukan fasa ferit (δ), austenit (γ) dan belum ditemukan fasa intermetalik yang terbentuk sesuai dengan diagram TTT (gambar 2.5).



Gambar 4.13 Hasil SEM SAF 2507 di-*Aging* Temperatur 700°C Waktu Tahan (a) 1 Jam (b) 2 Jam



Gambar 4.13 adalah gambar-gambar hasil pengamatan struktur mikro dengan variasi temperatur 700°C dengan waktu tahan 1 Jam (a) dan 2 Jam (b) pada gambar 4.13 (b) ditemukan fasa ferit (δ), austenit (γ) serta M₂₃C₆ yang terlihat seperti butiranbutiran yang terbentuk pada batas butir δ/γ sesuai dengan yang ditemukan oleh Kashiwar (2012) dan untuk gambar 4.13 (b) ditemukan fasa ferit (δ), fasa austenit (γ), fasa chi (χ) yang berwarna putih terang karena kadar Mo-nya yang sangat tinggi seperti yang dikatakan Nilsson (1993) dan fasa M₂₃C₆.



Gambar 4.14 Hasil SEM SAF 2507 yang Telah di-*Aging* Temperatur 800°C Waktu Tahan (a) 1 Jam; (b) 2 jam





Gambar 4.15 Hasil SEM SAF 2507 yang Telah di-*Aging* Temperatur 900°C dengan Waktu Tahan (a) 1 Jam; (b) 2 Jam

Gambar 4.14 adalah gambar-gambar hasil pengamatan struktur mikro dengan variasi temperatur 800°C dengan waktu tahan 1 Jam (A) dan 2 Jam (b) pada gambar 4.14 (a) ditemukan fasa ferit (δ) dengan persentase area 28.06%, austenit (γ) dengan persentase area 44.24%, dan fasa sigma (σ) dengan persentase area 27.7% dan untuk gambar 4.14 (b) ditemukan fasa austenit (γ)



dengan persentase area 62.98%, dan sigma (σ) dengan persentase area 37.01%.

Gambar 4.15 adalah gambar-gambar hasil pengamatan struktur mikro dengan variasi temperatur 900°C dengan waktu tahan 1 Jam (a) dan 2 Jam (b) pada gambar 4.15 (a) ditemukan fasa ferit (δ) dengan persentase area 28.06%, austenit (γ) dengan persentase 44.24%, dan fasa sigma (σ) dengan persentase area 27.7% dan untuk gambar 4.15 (b) ditemukan fasa, austenit (γ) dengan persentase 52.56%, dan sigma (σ) dengan persentase 47.44%. Fasa sigma yang ditemukan pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 800°C dan 900°C dengan waktu tahan 1 jam dan 2 jam adalah fasa yang berwarna lebih terang daripada austenit dan ferit karena memiliki konsentrasi Cr dan Mo yang lebih tinggi seperti yang dikatakan oleh Martins (2009).

Munculnya fasa intermetalik (utamanya sigma seperti yang tertera pada gambar 4.14 dan 4.15) mengakibatkan berkurangnya fasa ferit hal ini tidak lain disebabkan oleh pembentukan fasa intermetalik (sigma (σ), M₂₃C₆ dan chi (χ)) yang awalnya terbentuk pada batas butir δ/γ untuk kemudian berdifusi menuju butir ferit (δ) karena fasa-fasa intermetalik tersebut adalah fasa yang kaya akan unsur-unsur pembentuk ferit (δ) seperti Cr dan Mo. Ferit yang kehilangan Cr dan Mo untuk kemudian membentuk austenit yang baru yaitu austenit sekunder (γ 2).

Fasa ferit tidak ditemukan pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 800°C dan 900°C dengan waktu tahan 2 jam. Hal ini terjadi karena ferit bertransformasi total menjadi austenit sekunder (γ 2) dan fasa sigma (σ) melalui reaksi eutektoid.

4.4 HASIL UJI WEIGHT LOSS

Hasil uji *weight loss* yang ditunjukkan oleh tabel 4.1 dan gambar 4.16 adalah hasil uji *weightloss* dan perhitungan *corrosion rate* yang dilakukan pada spesimen yang telah diberi perlakuan *aging* dengan variasi temperatur 600°C, 700°C, 800°C, dan 900°C yang menggambarkan terjadinya tren kenaikan pada selisih massa



yang hilang pada spesimen yang telah direndam didalam larutan FeCl3 selama 24 Jam, untuk spesimen yang tidak diberi perlakuan (TP) yang memiliki massa awal sebesar 7.5845gr mengalami pengurangan massa sebesar 0.0002gr menjadi 7.5843gr.

Parameter Aging	W (gr)	K	A (cm ²)	T (jam)	D (gr/cm ³)	CR (mpy)
Tanpa Perlakuan	0.0002					0
600°C 1 Jam	0.0043					9.67
700°C 1 Jam	0.0954					214.57
800°C 1 Jam	0.3472					780.90
900°C 1 Jam	0.4246	3.45x10 ⁻⁶	8.194	24	7.8	954.98
600°C 2 Jam	0.0044					9.89
700°C 2 Jam	0.2883					637.18
800°C 2 Jam	0.3237					839.38
900°C 2 Jam	04331					974.10

Tabel 4.1 Hasil Uji Weightloss dan Perhitungan CR SAF 2507



Gambar 4.16 Corrosion Rate SAF 2507



Pada spesimen yang telah diberi perlakuan *aging* dengan variasi temperatur 600°C; 700°C; 800°C; 900°C dengan waktu tahan selama 1 jam dan 2 jam terus mengalami kenaikan massa yang hilang. Pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 600°C dengan waktu tahan 1 jam dan 2 jam mengalami pengurangan massa sebesar 0.0043gr dan 0.0044gr, dengan *corrosion rate* sebesar 9.67mpy dan 9.89mpy yang didapatkan melalui perhitungan dengan menggunakan rumus yang tertera pada persamaan 3.1. Kemudian yang berikutnya adalah spesimen yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 700°C dengan waktu tahan 1 jam mengalami pengurangan massa sebesar 0.0954gr dengan laju nilai *corrosion rate* sebesar 214.57mpy, untuk yang waktu tahan 2 jam mengalami pengurangan massa sebesar 0.2883gr dengan nilai *corrosion rate* sebesar 637.18mpy.

Selanjutnya adalah spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 800°C dengan waktu tahan 1 jam mengalami pengurangan massa sebesar 0.3472gr dengan nilai *corrosion rate* sebesar 780.9mpy kemudian untuk yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 800°C dengan waktu tahan 2 jam mengalami pengurangan massa sebesar 0.3237gr dengan nilai *corrosion rate* sebesar 839.38mpy. Yang terakhir adalah spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 900°C dengan waktu tahan 1 jam mengalami pengurangan massa sebesar 0.4246gr dengan nilai *corrosion rate* sebesar 954.98mpy dan untuk yang diberi perlakuan *aging* pada temperatur 900°C dengan waktu tahan 2 jam mengalami pengurangan massa sebesar 0.4331gr dengan nilai *corrosion rate* sebesar 974.10mpy

Jika dilihat dari hasil pengujian *weightloss* dan perhitungan *corrosion rate* yang telah dilakukan maka terlihat terjadinya peningkatan nilai *corrosion rate* yang menandakan menurunnya ketahanan korosi dari baja tahan karat SAF 2507 super duplex. Pada spesimen yang tidak diberi perlakuan nilai CR-nya adalah 0, setelah diberi perlakuan *aging* dengan variasi temperatur dan waktu tahan, CR mengalami peningkatan, hingga pada spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 900°C dengan



waktu tahan 2 jam dengan nilai CR sebesar 974.10 mpy. (Gambar 4.16)

Hal ini sejalan dengan jumlah fasa sigma yang muncul semakin banyak. Karena terbentuknya fasa sigma melalui reaksi eutektoid vaitu ferit vang bertransformasi menjadi fasa sigma dan fasa austenit sekunder. Selain fasa sigma, fasa M₂₃C₆ yang terbentuk pada spesimen yang diberi perlakuan aging pada temperatur 700°C dengan waktu tahan 1 jam yang terbentuk dari ferit yang bertransformasi menjadi fasa M23C6 dan austenit sekunder. Hal ini juga berlaku pada fasa chi yang terbentuk pada spesimen vang diberi perlakuan aging pada teperatur 700°C dengan waktu tahan 2 jam. Fasa austenit sekunder adalah fasa ferit yang kekurangan Cr dan Mo yang dimana kedua unsur tersebut adalah unsur yang dapat memberikan sifar ketahanan korosi. Menurut Nilsson (1993) dan Zou (2011) pada kondisi awal nilai PRE antara austenit dan ferit adalah seimbang. Munculnya fasa intermetalik seperti fasa sigma (σ), fasa chi (χ) dan fasa M₂₃C₆ dapat mengganggu kestabilan nilai PRE. Karena austenit sekunder memiliki nilai PRE yang rendah akibat kadar Cr dan Mo yang menurun menyebabkan ketahanan korosi yang rendah.



(Halaman ini sengaja dikosongkan)

LAMPIRAN

Lampiran 1:

Peak List Uji XRD

- SAF	2507 Tanpa	Perlakuan		
Pos.	Height	FWHM Left	d-spacing	Rel. Int.
[°2Th.]	[cts]	[°2Th.]	[Å]	[%]
43.3581	482.68	0.3011	2.08696	70.13
44.4513	688.29	0.0836	2.03814	100.00
50.3925	119.40	0.4684	1.81090	17.35
64.6230	40.61	0.5353	1.44229	5.90
74.2035	61.79	0.6691	1.27801	8.98
81.9238	148.99	0.4684	1.17600	21.65
89.9577	69.92	0.5353	1.09067	10.16
98.1234	25.17	0.6691	1.02055	3.66
- SAF	2507 Aging	600C 1 Jam		
	Height	d	-spacing	Rel. Int.
	[cts]		[Å]	[%]
43.267(8)	216(8)	0.49(2)		86.08
43.380(8)	108(8)	0.49(2)		43.04
44.329(6)	251(9)	0.39(2)		100.00
44.445(6)	125(9)	0.39(2)		50.00

50.18(3)	67(5)	0.82(9)	26.60
50.31(3)	33(5)	0.82(9)	13.30
64.38(4)	43(12)	0.5(2)	17.12
64.56(4)	21(12)	0.5(2)	8.56
73.96(3)	75(6)	0.75(8)	29.97
74.18(3)	38(6)	0.75(8)	14.99
81.63(1)	182(13)	0.42(4)	72.47
81.87(1)	91(13)	0.42(4)	36.23
89.63(3)	69(7)	0.7(1)	27.38
89.92(3)	34(7)	0.7(1)	13.69

- SA	F 2507 Aging (500C 2 Ja	m	
	Height [cts]		d-spacing [Å]	Rel. Int. [%]
43.3532	421.00	0.2362		90.25
44.3237	466.49	0.2755		100.00
50.1482	102.07	0.7872		21.88
60.8192	60.96	0.9446		13.07
64.5521	45.95	0.7872		9.85
74.0571	97.78	0.4723		20.96
77.2191	52.00	0.7872		11.15
81.7195	198.48	0.7085		42.55

85.1836	42.97	0.2362	9.21
89.5972	44.04	0.9446	9.44
95.9484	64.50	0.3936	13.83

- SAF	2507 Aging	g 700C 1 Jam		
Pos.	Height	FWHM Left	d-spacing	Rel. Int.
[°2Th.]	[cts]	[°2Th.]	[Å]	[%]
42.8293	687.60	0.0900	2.10975	88.65
44.3500	775.60	0.0900	2.04087	100.00
49.8647	433.60	0.0900	1.82731	55.91
64.5205	679.60	0.0900	1.44314	87.62
73.1937	600.60	0.0900	1.29206	77.44
81.6496	490.60	0.0900	1.17828	63.25
88.7017	555.60	0.0900	1.10192	71.64

- SAI	F 2507 Agin	ng 700C 2 Jam		
Pos.	Height	FWHM Left	d-spacing	Rel. Int.
[°2Th.]	[cts]	[°2Th.]	[Å]	[%]
37.7658	458.41	0.0900	2.38015	85.30
41.5927	537.41	0.0900	2.16957	100.00
43.326(7	177(6)	0.56(2)	2.08669	32.95
)				

43.439(7	89(6)	0.56(2)	2.08669	16.48
44.362(4	378(17)	0.32(1)	2.04036	70.37
) 44.478(4)	189(17)	0.32(1)	2.04036	35.19
48.1100	229.49	0.0900	1.88978	42.70
50.18(3)	50(5)	0.72(7)	1.81670	9.30
50.31(3)	25(5)	0.72(7)	1.81670	4.65
64.48(5)	50(14)	0.4(2)	1.44399	9.24
64.66(5)	25(14)	0.4(2)	1.44399	4.62
74.09(1)	98(8)	0.48(4)	1.27863	18.21
74.31(1)	49(8)	0.48(4)	1.27863	9.11
79.0760	128.49	0.0900	1.21004	23.91
81.76(1)	114(10)	0.41(6)	1.17696	21.29
82.01(1)	57(10)	0.41(6)	1.17696	10.65
89.76(5)	29(3)	1.2(1)	1.09168	5.45
90.04(5)	15(3)	1.2(1)	1.09168	2.72
- SAI	F 2507 Agin	ng 800C 1 Jam		
Pos. [°2Th.]	Height [cts]	FWHM Left [°2Th.]	d-spacing [Å]	Rel. Int. [%]

42.21(1)	60(11)	0.19(6)	2.13936	18.81
42.32(1)	30(11)	0.19(6)	2.13936	9.40
43.422(8	186(11)	0.44(2)	2.08232	58.30
)				
43.535(8	93(11)	0.44(2)	2.08232	29.15
)				
44.42(2)	59(11)	0.30(5)	2.03771	18.69
44.54(2)	30(11)	0.30(5)	2.03771	9.34
45.68(2)	59(17)	0.18(7)	1.98442	18.49
45.80(2)	29(17)	0.18(7)	1.98442	9.25
46.84(4)	21(7)	0.3(2)	1.93784	6.57
46.97(4)	10(7)	0.3(2)	1.93784	3.28
50.52(1)	73(5)	0.53(5)	1.80507	22.98
50.66(1)	37(5)	0.53(5)	1.80507	11.49
74.217(5	318(17)	0.33(1)	1.27676	100.00
)				
74.432(5	159(17)	0.33(1)	1.27676	50.00
)				
82.04(7)	19(8)	0.4(3)	1.17368	6.12
82.29(7)	10(8)	0.4(3)	1.17368	3.06
90.14(2)	68(4)	0.77(5)	1.08804	21.26

90.43(2)	34(4)	0.77(5)	1.08804	10.63
----------	-------	---------	---------	-------

- SAI	F 2507 Agi r	ng 800C 2 Jam		
Pos.	Height	FWHM Left	d-spacing	Rel. Int.
[°2Th.]	[cts]	[°2Th.]	[Å]	[%]
42.331(6	105(13)	0.11(2)	2.13341	39.47
42.441(6)	52(13)	0.11(2)	2.13341	19.73
43.53(1)	147(16)	0.33(4)	2.07718	55.20
43.65(1)	73(16)	0.33(4)	2.07718	27.60
44.51(1)	86(6)	0.33(4)	2.03397	32.17
44.62(1)	43(6)	0.33(4)	2.03397	16.08
45.72(2)	43(11)	0.20(9)	1.98285	16.07
45.84(2)	21(11)	0.20(9)	1.98285	8.03
46.89(2)	49(6)	0.19(3)	1.93613	18.37
47.01(2)	24(6)	0.19(3)	1.93613	9.19
48.03(4)	23(5)	0.3(1)	1.89256	8.60

48.16(4)	11(5)	0.3(1)	1.89256	4.30
50.63(1)	72(6)	0.40(6)	1.80161	27.21
50.76(1)	36(6)	0.40(6)	1.80161	13.61
74.340(4	266(6)	0.54(1)	1.27494	100.00
74.556(4	133(6)	0.54(1)	1.27494	50.00
90.20(2)	69(4)	0.79(6)	1.08747	26.04
90.49(2)	35(4)	0.79(6)	1.08747	13.02
- SAF	2507 Aging	g 900C 1 Jam		
	Height [cts]	d-sp [acing Å]	Rel. Int. [%]
32.6362	56.78	0.2362		15.23
32.6362 37.8949	56.78 58.49	0.2362 0.2362		15.23 15.69
32.6362 37.8949 42.4396	56.78 58.49 133.36	0.2362 0.2362 0.1968		15.23 15.69 35.78
32.6362 37.8949 42.4396 43.6558	56.78 58.49 133.36 372.74	0.2362 0.2362 0.1968 0.2755		15.23 15.69 35.78 100.00
32.6362 37.8949 42.4396 43.6558 44.6680	56.78 58.49 133.36 372.74 200.92	0.2362 0.2362 0.1968 0.2755 0.3936		15.23 15.69 35.78 100.00 53.90
32.6362 37.8949 42.4396 43.6558 44.6680 50.7212	56.78 58.49 133.36 372.74 200.92 98.12	0.2362 0.2362 0.1968 0.2755 0.3936 0.3149		15.23 15.69 35.78 100.00 53.90 26.32
32.6362 37.8949 42.4396 43.6558 44.6680 50.7212 65.0118	56.78 58.49 133.36 372.74 200.92 98.12 26.97	0.2362 0.2362 0.1968 0.2755 0.3936 0.3149 0.9446		15.23 15.69 35.78 100.00 53.90 26.32 7.23
32.6362 37.8949 42.4396 43.6558 44.6680 50.7212 65.0118 74.5176	56.78 58.49 133.36 372.74 200.92 98.12 26.97 317.40	0.2362 0.2362 0.1968 0.2755 0.3936 0.3149 0.9446 0.1181		15.23 15.69 35.78 100.00 53.90 26.32 7.23 85.15
32.6362 37.8949 42.4396 43.6558 44.6680 50.7212 65.0118 74.5176 78.9772	56.78 58.49 133.36 372.74 200.92 98.12 26.97 317.40 59.38	0.2362 0.2362 0.1968 0.2755 0.3936 0.3149 0.9446 0.1181 0.1968		15.23 15.69 35.78 100.00 53.90 26.32 7.23 85.15 15.93

81.9594	44.78	0.9446	12.01
90.3062	80.02	0.6298	21.47
95.3669	61.78	0.3936	16.57

- SAF 2507 Aging 900C 2 Jam							
	Height		d-spacing	Rel. Int.			
	[cts]		[Å]	[%]			
36.61(9)	17(9)	0.6(2)		3.37			
36.70(9)	8(9)	0.6(2)		1.68			
37.70(3)	36(10)	0.2(1)		7.28			
37.79(3)	18(10)	0.2(1)		3.64			
39.29(5)	31(8)	0.5(2)		6.26			
39.39(5)	16(8)	0.5(2)		3.13			
43.47(4)	136(9)	2.8(1)		27.24			
43.491(4)	501(24)	0.25(1)		100.00			
43.59(4)	68(9)	2.8(1)		13.62			
43.604(4)	250(24)	0.25(1)		50.00			
45.63(6)	36(10)	0.6(2)		7.28			

3.64	0.6(2)	18(10)	45.75(6)
16.23	0.66(9)	81(9)	46.77(3)
8.11	0.66(9)	41(9)	46.89(3)
15.31	0.47(6)	77(12)	48.00(3)
7.65	0.47(6)	38(12)	48.13(3)
31.43	0.67(4)	157(13)	50.45(1)
15.71	0.67(4)	79(13)	50.59(1)
10.02	0.7(1)	50(6)	67.10(4)
5.01	0.7(1)	25(6)	67.29(4)
25.12	0.58(5)	126(8)	74.29(2)
12.56	0.58(5)	63(8)	74.51(2)
5.52	0.8(3)	28(6)	79.05(8)
2.76	0.8(3)	14(6)	79.28(8)
5.12	1.3(3)	26(4)	84.4(1)
2.56	1.3(3)	13(4)	84.7(1)
26.68	0.57(7)	134(11)	90.01(2)
13.34	0.57(7)	67(11)	90.30(2)
6.59	0.8(2)	33(7)	95.08(7)
3.29	0.8(2)	16(7)	95.39(7)

Lampiran 2:

JCPDF Card

Austenit

Name and formula

Reference code:	00-052-0513	
Compound name:	Iron	
Common name:	γ-Fe, austenite	
Empirical formula:	Fe	
Chemical formula:	Fe	

Crystal system: Space group: Space group number:	Cubic Fm-3m 225
a (Å):	3.6599
b (Å):	3.6599
c (Å):	3.6599

Alpha (°):	90.0000
Beta (°):	90.0000
Gamma (°):	90.0000
Calculated density (g/ Volume of cell (10^6 Z:	'cm^3): 7.57 pm^3): 49.02 4.00
RIR:	7.98

Peak list

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[%]					
1	1	1	1	2.11300	42.760
100.0					
2	2	0	0	1.83000	49.787
42.8	~				
3	2	2	0	1.29400	73.066
17.9	С	1	1	1 10250	00 540
4 16 0	3	T	T	1.10350	00.342
5	2	2	2	1 05650	93 623
4.6	2	2	2	1.05050	JJ.02J
6	4	0	0	0.91500	114.674
2.0					
7	3	3	1	0.83960	133.115
6.6					
8	4	2	0	0.81840	140.517
6.3					

Name and formula

Reference code:

00-023-0298

Compound name: Common name:	Iron Austenite
Empirical formula:	C _{0.05} Fe _{0.95}
Chemical formula:	(Fe,C)

Crystallographic parameters

Crystal system:	Cubic
Space group:	Fm-3mE
Space group number:	225
a (Å):	3.6000
b (Å):	3.6000
c (Å):	3.6000
Alpha (°):	90.0000
Beta (°):	90.0000
Gamma (°):	90.0000
Volume of cell (10^6 pm^3):	46.66
Z:	4.00

<u>Peak list</u>

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[8]					
1	1	1	1	2.08000	43.473
100.0					
2	2	0	0	1.80000	50.674
80.0					
3	2	2	0	1.27000	74.679
50.0					
4	3	1	1	1.08300	90.676
80.0					
5	2	2	2	1.03700	95.944
50.0					

6	4	0	0	0.90000	117.716
30.0					

Name and formula

Reference code:	00-052-0512
Compound name:	Iron Carbon
Common name:	austenite
Empirical formula:	CFe _{15.1}
Chemical formula:	CFe _{15.1}

Crystal system: Space group: Space group number:	Cubic Fm-3m 225
a (Å):	3.6180
b (A):	3.6180
c (A):	3.6180
Alpha (°):	90.0000
Beta (°):	90.0000
Gamma (°):	90.0000
Calculated density (g/cm^3):	7.45

Volume of cell (10^6 pm^3):	47.36
Ζ:	0.25
RIR:	7.51

<u>Peak list</u>

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[%] 1	1	1	1	2.08880	43.280
100.0					
2	2	0	0	1.80900	50.405
42.1					
3	2	2	0	1.27920	74.051
17.5					
4	3	1	1	1.09090	89.839
16.5					
5	2	2	2	1.04440	95.047
4.5					
б	4	0	0	0.90450	116.779
2.1					
7	3	3	1	0.83000	136.273
6.7					

Name and formula

Reference code:	03-065-9094
Compound name: Common name:	Iron γ-Fe
Empirical formula:	Fe

Chemical formula: Fe

Crystallographic parameters

Crystal system: Space group: Space group number:	Cubic Fm-3m 225
a (Å):	3.6544
b (Å):	3.6544
c (Å):	3.6544
Alpha (°):	90.0000
Beta (°):	90.0000
Gamma (°):	90.0000
Volume of cell (10^6 pm^3):	48.80
Z:	4.00
RIR:	7.97

Peak list

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[%]					
1	1	1	1	2.10990	42.826
100.0					
2	2	0	0	1.82720	49.868
42.9					
3	2	2	0	1.29200	73.198
17.9					
4	3	1	1	1.10180	88.714
16.8					
5	2	2	2	1.05490	93.808
4.6					
б	4	0	0	0.91360	114.948
2.0					

7	3	3	1	0.83840	133.495
6.6					
8	4	2	0	0.81710	141.028
6.4					

- Ferit Name and formula

Reference code:	01-085-1410
Mineral name:	lron, syn
Compound name:	Iron
Common name:	α-Fe
Empirical formula:	Fe
Chemical formula:	Fe

Crystallographic parameters

Crystal system:	Cubic
Space group:	Im-3m
Space group number:	229
a (Å): b (Å): c (Å): Alpha (°): Beta (°): Gamma (°):	2.8860 2.8860 90.0000 90.0000 90.0000

Volume of cell (10^6 pm^3): 24.04

Z:	2.00
RIR:	10.81
Reference code:	01-076-6587
Compound name: Common name:	lron α-Fe
Empirical formula: Chemical formula:	Fe Fe

Crystal s Space gr Space gr	ystem: oup: oup nu	umber:			Cubic Im-3m 229		
a (Å): b (Å): c (Å): Alpha (°): Beta (°): Gamma): (°):				2.8420 2.8420 90.0000 90.0000 90.0000		
Volun Z:	ne of c	ell (10	^6 pm	^3):	22.95 2.00		
RIR:					10.72		
<u>Peak I</u>	<u>ist</u>						
No.	h	k	1	d	[A]	2Theta[deg]	I

[8]					
1	1	1	0	2.00960	45.078
100.0					
2	2	0	0	1.42100	65.651
11.6					
3	2	1	1	1.16020	83.202
17.7					
4	2	2	0	1.00480	100.103
4.6					
5	3	1	0	0.89870	117.991
6.5					
6	2	2	2	0.82040	139.746
1.8					

- Sigma

Name and formula

Reference code:	00-005-0708
Compound name: Common name:	Chromium Iron σ-Fe Cr
Empirical formula	CrFe

Empirical formula: Chemical formula: CrFe FeCr

Crystal system: Space group: Space group number:	Tetragonal P42/mnm 136
a (Å):	8.7995
b (Å):	8.7995
c (Å):	4.5442

Alpha (°):	90.0000
Beta (°):	90.0000
Gamma (°):	90.0000
Volume of cell (10 ⁶ pm ³): Z:	351.86 15.00

RIR:

<u>Peak list</u>

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[%]	_	_	_		
1	0	0	2	2.26100	39.838
10.0	Д	1	0	2 12800	42 444
100.0	т	Ŧ	0	2.12000	12.111
3	3	3	0	2.06300	43.849
80.0					
4	2	0	2	2.01500	44.950
60.0					
5	4	2	0	1.96400	46.184
80.0	1	1	1	1 00000	47 000
0 100 0	4	T	T	1.92800	47.098
100.0 7	З	З	1	1 87700	48 459
80.0	5	5	-	1.0,,00	10.109
8	2	2	2	1.83000	49.787
10.0					
9	4	3	0	1.75500	52.070
10.0					
10	3	2	2	1.66400	55.151
1.0	-	0	-	1 62000	
	5	0	T	1.63800	56.103
⊥.U 12	5	1	1	1 61100	57 120
1 0	5	1	Ŧ	1.01100	57.125
13	б	2	0	1.39000	67.307

-

1.0					
14	5	2	2	1.32700	70.969
1.0					
15	5	3	2	1.25800	75.515
10.0 16	7	1	0	1.24400	76.517
10.0 17 40.0	4	1	3	1.23600	77.103
18 20 0	3	3	3	1.22400	78.001
19 40 0	7	2	0	1.20900	79.157
20 10 0	7	1	1	1.19900	79.950
21 10.0	б	2	2	1.18600	81.007
22	5	4	2	1.17700	81.758
23 40.0	7	2	1	1.16900	82.438
24 40 0	5	1	3	1.13800	85.202
25 20.0	8	3	1	1.00400	100.212
26 5.0	6	3	3	0.99100	102.027
27 20.0	8	4	0	0.98300	103.187
28 10.0	7	1	3	0.96200	106.399
29 5.0	9	2	1	0.93400	111.123
30 1.0	б	2	4	0.88100	121.936
31 1.0	9	5	1	0.84000	132.990
32 80.0	10	3	1	0.82900	136.618
33	10	0	2	0.82100	139.518

20.0					
34	10	4	0	0.81700	141.068
10.0					
35	9	6	0	0.81300	142.696
20.0					
36	9	6	1	0.80100	148.171
40.0					
37	11	1	0	0.79700	150.255
40.0					
38	11	2	0	0.78700	156.351
60.0					
39	4	4	5	0.78500	157.789
60.0					
40	5	3	5	0.77900	162.858
80.0					
41				0.77500	167.373
40.0					

Name and formula

Reference code:

00-005-0703

Compound name: Common name:

 $Chromium \ Iron \ Molybdenum \\ \sigma-Fe \ Cr \ Mo$

Empirical formula: Chemical formula: CrFeMo FeCrMo

Crystal system:	Tetragonal
a (Å):	6.4890
b (Å):	6.4890
c (Å):	9.4830
Alpha (°):	90.0000

Beta (°):	90.0000
Gamma (°):	90.0000
Volume of cell (10^6 pm^3):	399.30

RIR:

<u>Peak list</u>

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[%]					
1				2.74000	32.655
5.0					
2	2	0	2	2.67000	33.537
5.0	2	1	0	2 46000	26 406
5	2	T	2	2.46000	36.496
2 2	0	0	4	2 37000	37 934
50.0	0	0	1	2.57000	57.551
5				2.32000	38.784
20.0					
б	2	0	3	2.26000	39.856
20.0					
7	3	0	0	2.15900	41.806
50.0					
8	2	1	3	2.12900	42.423
100.0	-	-		0 10000	40.000
9	T	T	4	2.10600	42.909
10	2	1	0	2 05200	44 007
50 0	2	Ŧ	0	2.05200	44.097
11	3	1	1	2,01200	45.021
100.0	0	-	-	2.01200	101011
12	3	0	2	1.96400	46.184
50.0					
13	2	0	4	1.91700	47.385
20.0					
14	2	1	4	1.83600	49.613

-

20.0					
15	4	0	3	1.44700	64.328
50.0	2	2	4	1 42200	
10 50 0	3	Z	4	1.43300	05.033
17	4	1	3	1.41100	66.176
20.0					
18	2	1	6	1.38800	67.417
50.0	0	0	7	1 25200	
19 5 0	0	0	/	1.35200	09.405
20	4	1	4	1.31200	71.906
50.0					
21	5	0	0	1.29800	72.805
20.0				1 00000	F2 2 2 2
22				1.28900	73.396
23	З	0	6	1 27500	74 336
20.0	5	0	0	1.27500	/1.550
24				1.25800	75.515
50.0					
25	5	0	2	1.25100	76.012
20.0					
26				1.24000	76.809
5.U 27	2	1	7	1 22800	77 699
5.0	2	-	,	1.22000	,,,
28				1.21700	78.536
20.0					

Name and formula

Reference code:	00-005-0707
Compound name: Common name:	Iron Chromium σ-Fe Cr
Empirical formula:	CrFe

Chemical formula: FeCr

Crystallographic parameters

Crystal system:

Unknown

-

RIR: <u>Peak list</u>

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[%]					
1				2.36000	38.101
5.0				0 20200	20 521
				2.32300	38./31
5.0				2 26000	20 710
5				2.20800	39.710
5.0 4				2 12700	42 465
100 0				2.12/00	12.105
5				2,06700	43.760
20.0				2.00700	10,700
6				2.02000	44.833
20.0					
7				1.96800	46.085
50.0					
8				1.92600	47.150
100.0					
9				1.88200	48.322
50.0					
10				1.83600	49.613
5.0					
11				1.76200	51.847
5.0					

- Chi

Name and formula

Reference code:	01-071-7541
Compound name:	Chromium Iron Molybdenum
Empirical formula: Chemical formula:	Cr ₆ Fe ₁₈ Mo ₅ Cr ₆ Fe ₁₈ Mo ₅

Crystallographic parameters

Crystal system: Space group: Space group number:	Cubic I-43m 217	
a (Å): b (Å): c (Å): Alpha (°): Beta (°): Gamma (°):	8.9200 8.9200 8.9200 90.0000 90.0000 90.0000	
Volume of cell (10 ⁶ pm ³): Z:	709.73 2.00	
RIR:	6.24	
<u>Peak list</u>		
No. h k l	d [A]	2Theta[deg] I

[%]

1	1	1	0	6.30740	14.030
5.0 2	2	0	0	4.46000	19.891
1.5	2	1	1	2 64160	24 424
2.4	2	Ŧ	Ŧ	3.04100	27.727
4	2	2	0	3.15370	28.275
0.4	3	1	0	2.82080	31,695
0.1	-				
6	2	2	2	2.57500	34.813
0.7	3	2	1	2.38400	37.703
4.8	-	_	_		
8	4	0	0	2.23000	40.416
3.0	٨	1	1	2 10250	40 004
9	4	T	T	2.10250	42.984
100.0	4	2	0	1.99460	45.436
1.1			-		
11	3	3	2	1.90180	47.787
18.3	٨	0	0	1 00000	
	4	2	2	1.82080	50.055
9.4 12	Л	2	1	1 7/0/0	E2 240
13 4 2	т	5	T	1./4940	52.249
14	5	2	1	1 62860	56 456
0.9	5	2	-	1.02000	30.130
15	4	4	0	1.57680	58.487
0.1					
16	5	3	0	1.52980	60.468
1.0					
17	6	0	0	1.48670	62.413
2.2					
18	5	3	2	1.44700	64.328
3.1	-	-	-		
19	6	2	0	1.41040	66.208
U.1 20	F	Λ	1	1 27640	
∠∪ 0 C	5	4	T	1.3/640	68.063
0.0					

6	2	2	1.34470	69.897	
~	2	1	1 21500		
6	3	T	1.31520	/1./04	
4	4	4	1.28750	73.495	
5	5	0	1.26150	75.269	
6	4	0	1.23700	77.030	
7	2	1	1.21390	78.776	
6	4	2	1.19200	80.515	
7	3	0	1.17120	82.250	
6	5	1	1.13280	85.687	
8	0	0	1.11500	87.395	
_					
7	4	1	1.09800	89.103	
			1 001 70		
8	2	0	1.08170	90.815	
~	_	2	1 0 6 6 1 0		
6	5	3	1.06610	92.529	
~	C	0	1 05100	04 040	
6	6	0	1.05120	94.240	
o	2	1	1 02600	05 056	
0	3	Т	1.03090	95.950	
6	6	2	1 02220	07 673	
0	0	2	1.02520	91.013	
7	5	2	1 01000	99 401	
1	5	2	1.01000	JJ. 401	
8	4	0	0 99730	101 137	
U	-	Ũ	0.00,00	101.107	
9	1	0	0 98500	102 894	
-	÷	Ŭ	0.20000	202.091	
8	4	2	0.97330	104.639	
-	-	-			
	6 4 5 6 7 6 7 6 8 7 8 6 8 6 8 6 8 6 7 8 9 8	 6 2 3 4 4 5 5 6 4 7 2 6 4 7 2 6 4 7 3 6 5 8 0 7 4 2 6 5 6 6 6 7 5 8 4 9 1 8 4 	622631444550640721642730651800741820653660831662752840910842	6221.344706311.315204441.287505501.261506401.237007211.213906421.192007301.171206511.132808001.115007411.098008201.081706531.066106601.051208311.036906621.023207521.010008400.997309100.985008420.97330	
41	7	6	1	0.96190	106.415
-----------	-----	---	---	---------	---------
0.3	6	6	Д	0 95090	108 206
42 0.7	0	0	т	0.95090	100.200
43	7	5	4	0.94030	110.011
2.5	_	-			
44	./	6	3	0.92000	113.709
45	8	4	4	0.91040	115.582
0.2	-	_	_		
46	8	5	3	0.90110	117.485
2.1					
47	8	6	0	0.89200	119.438
0.1	1.0	-	-		101 400
48 0 5	10	T	T	0.88320	121.423
49	8	6	2	0 87470	123 440
0.8	U U	Ũ	-		110,110
50	9	4	3	0.86640	125.516
0.5					
51	10	2	2	0.85830	127.655
0.3		_			
52	9	5	2	0.85050	129.836
1.9 53	8	7	1	0 83540	134 462
17	0	/	Ŧ	0.05540	131.102
54	10	4	0	0.82820	136.898
0.6					
55	9	б	1	0.82120	139.442
2.0					
56	10	4	2	0.81430	142.158
1.7					
57	11	1	0	0.80760	145.037
1.7					

Name and formula

Reference code:

00-058-0762

Mineral name: Compound name:

Isovite Chromium Iron Carbide

Empirical formula: Chemical formula: $C_{6.7}Cr_{16.2}Fe_6Ni_{0.1}$ (Cr , Fe)₂₃C₆

Crystallographic parameters

Crystal system:	Cubic
Space group:	Fm-3m
Space group number:	225
a (Å): b (Å): c (Å): Alpha (°): Beta (°): Gamma (°):	10.6500 10.6500 90.0000 90.0000 90.0000
Calculated density (g/cm^3):	6.95
Measured density (g/cm^3):	7.40
Volume of cell (10^6 pm^3):	1207.95
Z:	4.00
RIR:	-

Ρ	eak	li	st

No.	h	k	1	d [A]	2Theta[deg] I
[%]					
1	4	2	0	2.38000	37.768
30.0					
2	4	2	2	2.17000	41.584
50.0					
3	5	1	1	2.05000	44.142
100.0					

Lampiran 3:

- [Гabel	Persen	tase Fasa
-----	-------	--------	-----------

Spesimen	Austenit	Ferit	Sigma
800C 1 Jam	44,239	28,058	27,20
900C 1 Jam	42,413	24,232	33,35
800C 2 Jam	62,987	0	37,01
900C 2 Jam	52,559	0	47,44

- Gambar Analisa Software ImageJ

SAF 2507 Aging 800 1 Jam



SAF 2507 Aging 800 2 Jam



SAF 2507 Aging 900 1 Jam



SAF 2507 Aging 900 2 Jam



Lampiran 4 :

Perhitungan Corrosion Rate

		W1-	А	Т	D	
Kode	Κ	W0	(cm^2)	(jam)	(gr/cm^3)	CR (mpy)
	3.45E	0.000				
ТР	+06	2	8,194	24	7.8	0
	3.45E	0.004				9.6713198
A1	+06	3	8.194	24	7.8	53
	3.45E	0.095				214.56835
B1	+06	4	8.194	24	7.8	21
	3.45E	0.347				780.90284
C1	+06	2	8.194	24	7.8	95
	3.45E	0.424				954.98660
D1	+06	6	8.194	24	7.8	68
	3.45E	0.004				9.8962342
A2	+06	4	8.194	24	7.8	68
	3.45E	0.283				637.18253
B2	+06	3	8.194	24	7.8	82
	3.45E	0.373				839.38059
C2	+06	2	8.194	24	7.8	74
	3.45E	0.433				974.10433
D2	+06	1	8.194	24	7.8	21

BAB V KESIMPULAN DAN SARAN

5.1 KESIMPULAN

Dari hasil penelitian yang telah dilakukan dapat disimpulkan bahwa:

- 1. Struktur mikro SAF 2507 mengalami perubahan setelah diberi perlakuan *aging*, yakni munculnya fasa sigma (σ). Kenaikan temperatur dan waktu tahan berbanding lurus dengan persentase area fasa sigma (σ), yakni pada temperatur 800°C dengan waktu tahan 1 jam dengan persentase sebesar 27.70% dan waktu tahan 2 jam dengan persentase sebesar 37.01%, temperatur 900°C dengan waktu tahan 1 jam dengan persentase sebesar 33.35% dan waktu tahan 2 jam dengan persentase sebesar 47.44%.
- 2. Kenaikan temperatur dan waktu tahan berbanding lurus dengan *weightloss* dan *corrosion rate*, mulai dari spesimen yang di-*aging* dengan temperatur 600°C dengan waktu tahan 1 jam terjadi pengurangan massa sebesar 0.0043gr dan nilai *corrosion rate*-nya sebesar 9.67mpy hingga spesimen yang diberi perlakuan *aging* dengan temperatur 900°C dengan waktu tahan 2 jam terjadi pengurangan massa sebesar 0.4331gr dan nilai *corrosion rate*-nya sebesar 974.10mpy.

5.2 SARAN

Saran yang diberikan untuk penelitian selanjutnya adalah

- 1. Melakukan pengujian dengan menggunakan alat yang dapat mengidentifikasi suatu fasa dengan sangat detail.
- 2. Lebih memperhatikan preparasi sebelum melakukan pengujian *weightloss*.



LAPORAN TUGAS AKHIR BAB V KESIMPULAN DAN SARAN

(Halaman ini sengaja dikosongkan)

DAFTAR PUSTAKA

- .2001.ASTM A790/790M : Standard Spesification for Seamless and Welded Ferritic/Austenitic Stainless Steel Pipe. American Society for Testing and Materials.
- ___.1999.ASTM E407 : Standard for Microecthing Metals Alloys. American Society for Testing and Materials.
- __.1999.ASTM G31 : Standard Practice for Laboratory Immersion Corrosion Testing of Metals. American Society for Testing and Materials.
- 2000.ASTM G48 : Standard Test Methods for Pitting and Crevice Corrosion Resistance of Stainless Steels and Related Alloys by Use of Ferric Chloride Solution. American Society for Testing and Materials.
- ___.2015.Sandvik SAF 2507 Tube and Pipe, Seamless Data Sheet. Sandvik.
- Armas, Iris A., dan Suzanne Degallaix Moreuil, editor. 2009. **Duplex Stainless Steels**. London: ISTE.
- Avner, S.H. 1974. An Introduction to Phisycal Metallurgy. New York: John Wiley & Sons.
- Callister, William D., David G. Rethwisch. 2010. Materials Science and Engineering an Introduction. New York: John Wiley & Sons.
- Davanageri, Mahesh B., Narendranath S. Ravikiran Kadoli. 2015. Influence of Heat Treatment on Microstructure, Hardness and Wear Behavior of Super Duplex Stainless Steel AISI 2507. American Journal of Materials Science, 5: 48-52.
- Fargas, G., A. Maestra, and A. Mateo. 2013. Effect of Sigma Phase on The Wear Behavior of a Super Duplex Stainless Steel. Wear 303:584-590.
- Gunn, Robert N, editor, 1997. Duplex Stainless Steels Microstructure, Properties and Applications. Cambridge: Abington Publishing.

- H. Luo, X.G. Li, C.F. Dong, K. Xiao. 2012. Effect of Solution Treatment on Pitting Behavior of 2205 Duplex Stainless Steel. Arabian Journal of Chemistry.
- Hilders, Oswaldo, Naddord Zambrano. 2014. The Effect of Aging on Impact Thoughness and Fracture Surface Fractal Dimension in SAF 2507 Super Duplex Stainless Steel. Journal of Microscopy and Ultrastructure, 2: 236-254.
- Jones, Denny A. 1996. Principle and Prevention of Corrosion 2nd Edition. New Jersey: Prentice Hall.
- Kashiwar, A., dkk. 2012. Effect of Solution Annealing Temperature on Precipitation in 2205 Duplex Stainless Steel. Materials Characterization 74:55-63.
- Kutz, Myer, editor, 2002. Handbook of Materials Selection. New York: John Wiley & Sons.
- Martins, Marcelo, dan Luiz Carlos C. 2009. Sigma Phase Morphologies in Cast and Aged Super Duplex Stainless Steel. Materials Characterization 60:792-795.
- Nilsson, J.O., dan A. Wilson. 1993. Influence of Isothermal Phase Transformations on Toughness and Pitting Corrosion of Super Duplex Stainless Steel SAF 2507. Material Science and Technology Vol. 9.
- Outokompu Oyj. 2013. Handbook of Stainless Steel. Avesta: Sandvikens Trykeri AB.
- Willis, C.F., R. Gronsky dan T.M. Devine. 1991. Carbide Precipitation in Welds of Two Phase Austenitic-Ferritic Stainless Steel. Metallurgical Transaction Vol.22A.
- Zou Dening, Han Ying, Zhang Wei dan Yu Junhui. 2010. Sigma Phase Precipitation and Properties of Superduplex Stainless Steel UNS S32750 Aged at the Nose Temperature. Journal of Wuhan University of Technology, 26: 2.

BIOGRAFI PENULIS



Penulis bernama lengkap Kukuh Ardiansani Kurniawan. Anak kedua dari dua bersaudara, lahir di Surabaya 28 Maret 1994 Penulis telah menempuh pendidikan formal di SD Al Muslim Waru (2000-2006), SMP Al Hikmah Surabaya (2006-2009), SMA Al Hikmah Surabaya (2009-2012) dan melanjutkan studi di Teknik Material dan Metalurgi FTI-ITS melalui jalur SNMPTN Undangan dengan NRP 2712 100 013

Selama kuliah penulis aktif sebagai staf BSO Kewirausahaan

HMMT FTI-ITS 2013/2014 dan sebagai Wakil Direktur BSO Kewirausahaan HMMT FTI-ITS periode 2014/2015. Selain itu, penulis juga aktif sebagai anggota *Steering Committee* (SC) pada periode 2013/2014 dan 2015/2016. Penulis juga aktif dalam beberapa kegiatan kepanitiaan tingkat fakultas dan jurusan.

Dengan perjuangan, usaha dan do'a serta dukungan dari berbagai pihak, penulis akhirnya dapat menyelesaikan tugas akhir yang berjudul "Pengaruh Temperatur dan Waktu Tahan Proses *Aging* Terhadap Struktur Mikro dan Ketahanan Korosi Pada Baja Tahan Karat SAF 2507 Super Duplex" yang mengantarkan penulis menjadi alumni ITS dengan meraih gelar Sarjana Teknik.

Kukuh Ardiansani Kurniawan

kukuh.ardiansani28@gmail.com +62-822-3300-7443