

PENGARUH KOMPOSISI LELEHAN DAN WAKTU CELUP TERHADAP STRUKTUR MIKRO LAPISAN *HOT DIP ALUMINIZING* PADA BAJA TAHAN KARAT MARTENSITIK

EFFECT OF COMPOSITION AND TIME OF DIP ON THE MICROSTRUCTURE OF HOT DIP ALUMINIZING OF MARTENSITIC STAINLESS STEEL

Kevin¹, Moch. Syaiful Anwar^{2*}, Saefudin², Alfirano¹ and Efendi Mabruuri^{*}

¹Jurusan Teknik Metalurgi, Fakultas Teknik, Universitas Sultan Ageng Tirtayasa, Cilegon, 42435, Indonesia

²Pusat Penelitian Metalurgi dan Material, LIPI, Kawasan PUSPIPTEK Gedung 470, Tangerang Selatan, 15314, Indonesia

E-mail: moch026@lipi.go.id, msyifulan04@gmail.com, efendi_lipi@yahoo.com

ARTICLE INFO

Article history

Received date

2018-04-13

Received in revised form date

2018-09-07

Accepted date

2018-09-21

Available online date

Mei 2019

Abstract

In high temperature application materials, surface coating is important in providing high temperature oxidation and corrosion resistance, erosion, and abrasion resistance. Aluminum coating on AISI 410 martensitic stainless steel by hot dipping method is effective enough to provide substrate protection through intermetallic compounds that are formed. Al-Si melt composition, dipping time, and diffusion time influence the intermetallic layers formed along with their mechanical properties. The morphological characterization of hot dip aluminizing coating on martensitic stainless steel specimens coated by Al Pure, 5% wt Si, 10 wt. Si, and 15 wt. Si with variation of dyeing time of 1 min, 3 min and 5 min. In melt composition with a 5% wt Si composition with the same surface treatment by H₂SO₄ solution gives better intermetallic coating results. It can be seen from the fineness of the microstructure and layer thickness produced based on the variation of the immersion time. The Si element gives an influence in changing the morphology of the interface structure between intermetallic and substrate.

Keywords: Aluminizing, Intermetallic, Effect of dipp time, Martensitic stainless steels.

Kata kunci:

Aluminizing

Intermetalik

Efek waktu pencelupan

Baja tahan karat martensitik

Abstrak

Pada material aplikasi suhu tinggi, pelapisan permukaan merupakan hal penting dalam memberikan ketahanan oksidasi dan korosi suhu tinggi, ketahanan erosi dan abrasi. Pelapisan aluminium pada baja tahan karat, martensitik AISI 410 melalui metode celup panas (*hot dip*) cukup efektif untuk memberikan perlindungan pada *substrate* melalui senyawa-senyawa intermetalik yang terbentuk. Proses *hot dip aluminizing* dilakukan dengan preparasi penghalusan permukaan sampel menggunakan amplas grit 100, 400, 800, dan 1200. Kemudian sampel dibersihkan menggunakan larutan 15% H₂SO₄ sebelum dilakukan proses celup panas. Spesimen tersebut dikaitkan menggunakan kawat nikel untuk memudahkan proses pencelupan. Komposisi lelehan Al-Si, waktu pencelupan dan waktu difusi memberikan pengaruh terhadap lapisan intermetalik yang terbentuk beserta sifat mekanisnya. Telah dilakukan karakterisasi morfologi lapisan *hot dip aluminizing* pada spesimen baja tahan karat martensitik yang dilapisi oleh Al Murni, 5 %wt Si, 10 %wt Si, dan 15 %wt Si dengan variasi waktu pencelupan 1 menit, 3 menit, dan 5 menit dengan menggunakan SEM-EDS. Pada komposisi lelehan dengan komposisi 5%wt Si dengan perlakuan permukaan yang sama oleh larutan H₂SO₄ memberikan hasil lapisan intermetalik yang lebih baik. Dapat dilihat dari kehalusan struktur mikro dan ketebalan lapisan yang dihasilkan berdasarkan variasi waktu pencelupan. Unsur Si memberikan pengaruh dalam mengubah morfologi struktur antarmuka antara intermetalik dengan *substrate*.

PENDAHULUAN

Baja tahan karat martensitik merupakan material yang diaplikasikan sebagai sudu turbin uap. Seiring dengan lama penggunaannya, baja tahan karat martensitik sering mengalami kerusakan (Saidi et al. 2014). Melihat kerugian yang mungkin terjadi, maka perlu dilakukan metode pelapisan (*coating*) untuk melindungi baja dari kerusakan.

Metode pelapisan menggunakan paduan Co pada permukaan baja tahan karat martensitik untuk aplikasi sudu turbin uap hingga saat ini masih merupakan proses yang membutuhkan biaya yang relatif tinggi, baik dari segi bahan pelapis maupun dari segi metode pelapisan yang digunakan, yaitu dengan metode *pack cementation* (Ebrahimifar et al. 2013). Sifat mekanis pada sudu turbin uap diperlukan sifat yang kuat, tahan abrasi, dan korosi.

Proses celup panas aluminium (*hot dip aluminizing*) merupakan salah satu alternatif metode pelapisan yang dapat digunakan. Selain lebih murah jika dibandingkan *pack cementation*, metode ini mudah dalam pengaplikasiannya, tahan terhadap panas dan oksidasi pada baja karbon.

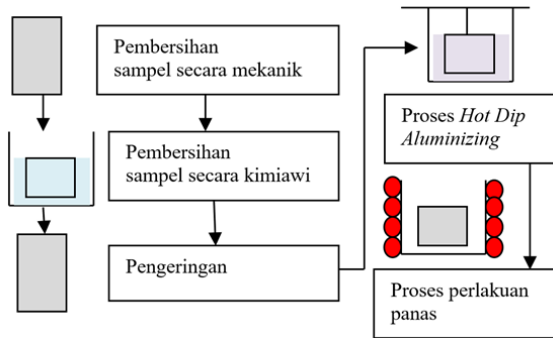
Hot dip aluminizing coating merupakan proses pelapisan logam dengan aluminium pada baja sebagai substrat, yaitu dengan mencelupkan baja ke dalam bak yang berisikan aluminium cair. Aluminium *coating* pada substrat baja dapat membentuk lapisan Al_2O_3 pada permukaan baja sehingga baja dapat dilindungi (Liu et al. 2005). Selain itu, lapisan aluminium kemungkinan akan membentuk paduan intermetalik Fe-Al pada *interface* lapisan aluminium dan substrat baja. Pada penelitian sebelumnya telah dilakukan proses *cladding* melalui proses *rolling* panas untuk menghasilkan paduan intermetalik Fe-Al (WANG et al. 2014).

Penelitian ini bertujuan untuk optimalisasi komposisi lelehan aluminium terhadap terbentuknya paduan intermetalik Fe-Al dalam lapisan *hot dip aluminizing* pada baja tahan karat martensitik serta mengobservasi hasil paduan intermetalik Fe-Al pada *interface* lapisan aluminium dan substrat baja.

METODE

Sampel penelitian merupakan baja tahan karat (*stainless steel*) martensitik dengan komposisi 13% Cr yang berukuran 2x1,5x0,5 cm. Proses *hot dip aluminizing* meliputi persiapan permukaan sampel, pembersihan permukaan sampel secara kimiawi, dan pelapisan *hot dip aluminizing*. Persiapan permukaan sampel dengan cara mengamplas sampel menggunakan amplas grit 100, 400, 800, dan 1200 untuk menghilangkan kotoran, minyak, debu, dll. Kemudian, sampel dicelupkan ke dalam larutan 15% H_2SO_4 untuk menghilangkan lapisan oksida yang ada di atas permukaan sampel, lalu dikeringkan. Untuk memudahkan proses *hot dip aluminizing*, sebelumnya sampel baja tersebut dikaitkan menggunakan kawat. Variasi komposisi lelehan *aluminizing* adalah Al murni, 95% Al + 5% Si, 90% Al + 10% Si, dan 85% Al + 15% Si, sedangkan variasi waktu proses *hot dip aluminizing* yaitu 1, 3, dan 5 menit. Proses perlakuan panas (*heat treatment*) hanya dilakukan pada sampel dengan waktu pencelupan 3 menit pada tiap komposisi lelehan setelah proses *hot dip aluminizing*. Proses perlakuan panas dilakukan dalam tungku muffle (*muffle furnace*) *carbolite* pada suhu 700°C selama 3 jam, kemudian didinginkan di udara. Setelah itu, dilakukan pengamatan ketebalan dan komposisi kimia lapisan *aluminizing* pada baja tahan karat martensitik dengan menggunakan Scanning Electro Microscopy–Energy

Dispersive X-Ray Spectroscopy (SEM-EDS JEOL 6390LA).



Gambar 1. Ilustrasi proses hot dip aluminizing

HASIL DAN PEMBAHASAN

Pengaruh Komposisi dan Waktu Pencelupan terhadap Ketebalan Lapisan Hot Dip Aluminizing

Gambar 2 menunjukkan hasil ketebalan lapisan hot dip aluminizing dengan variasi komposisi. Sampel dengan komposisi Al murni mengalami peningkatan ketebalan pada tiap penambahan waktu pencelupan yang digunakan. Hal ini dapat disimpulkan bahwa penambahan waktu pencelupan pada komposisi Al murni akan meningkatkan ketebalan lapisan (Citrawati and Mabruuri 2009). Sampel penelitian dengan penambahan 5% dan 15% Si mengalami penurunan nilai ketebalan dari 1 menit pencelupan hingga 3 menit waktu pencelupan, setelah itu mengalami peningkatan ketebalan pada waktu pencelupan 5 menit. Penurunan ketebalan tersebut dapat diasumsikan sebagai pengaruh atom silikon yang menempati vakansi-vakansi pada morfologi (Fe_xAl_y), sehingga fasa yang terbentuk menjadi ($Fe_xAl_ySi_z$) yang tumbuh secara lambat pada fasa (Fe_xAl_y) (Awan and ul Hasan 2008). Sementara itu, pada waktu pencelupan 5 menit terjadi peningkatan ketebalan kecuali pada komposisi 10% Si yang mengalami penurunan ketebalan. Peningkatan ketebalan tersebut dipengaruhi oleh

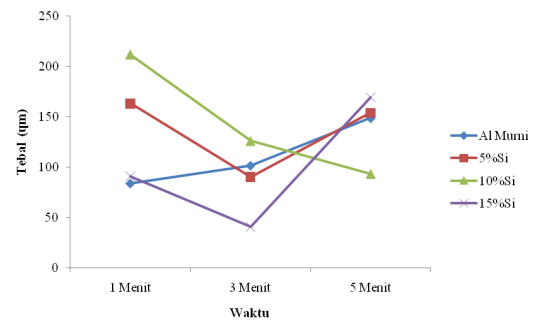
laju difusi unsur Fe berdasarkan hukum Fick:

$$dc/dt = [(k_1S)/V] (c_s - c) \quad (1)$$

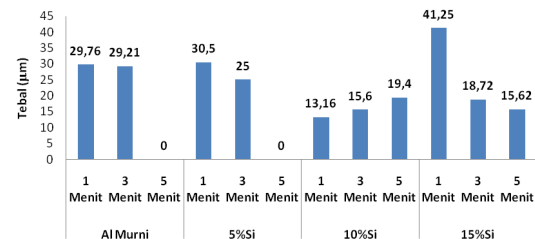
yakni dc/dt adalah laju pertumbuhan Fe, S adalah luas permukaan lapisan, V adalah volume lelehan, dan c adalah kelarutan Fe pada lelehan. Persamaan tersebut dapat diturunkan menjadi persamaan konstanta laju difusi menjadi;

$$k_1 = D/\delta \quad (2)$$

yakni, k_1 adalah konstanta laju Fe, D adalah koefisien difusi atom Fe, dan δ adalah ketebalan lapisan coating. Dengan demikian, dapat disimpulkan penambahan Si meningkatkan laju pertumbuhan Fe karena penambahan Si meningkatkan kelarutan Fe (c_s) pada persamaan (1).

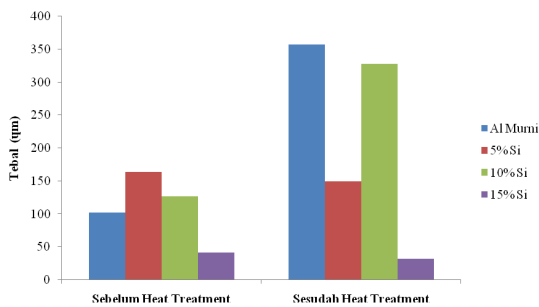


Gambar 2. Ketebalan lapisan hot dip aluminizing dengan komposisi Al Murni, 95%Al+5%Si, 90%Al+10%Si, dan 85%Al+15% Si.



Gambar 3. Ketebalan lapisan intermetalik komposisi Al Murni, 95%Al+5%Si, 90%Al+10%Si, dan 85%Al+15% Si.

Gambar 3 menunjukkan ketebalan lapisan intermetalik hasil dari *hot dip aluminizing* dengan nilai yang bervariasi. Ketebalan lapisan intermetalik terbesar dimiliki sampel pada penambahan 15% Si dengan waktu pencelupan 1 menit. Sementara, lapisan intermetalik paling tipis dimiliki oleh sampel pada penambahan 10% Si dengan waktu pencelupan 1 menit.

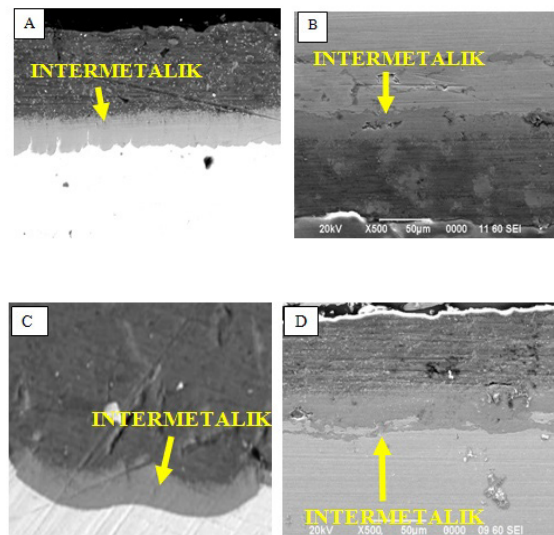


Gambar 4. Ketebalan total lapisan *hot dip aluminizing* pada waktu pencelupan 3 menit sebelum dan setelah *heat treatment* pada suhu 700°C selama 3 jam.

Gambar 4 menunjukkan ketebalan lapisan sebelum dan setelah dilakukan proses laku panas (*heat treatment*) pada temperatur 700°C selama 3 jam. Peningkatan ketebalan terjadi karena adanya difusi atom-atom dari substrat ke arah lapisan atau sebaliknya, sehingga terbentuknya lapisan difusi, lapisan yang awalnya telah terbentuk setelah proses pencelupan dilakukan menjadi semakin tebal (Citrawati and Maburri 2009) yang dapat dilihat pada komposisi Al murni dan 10% Si. Sementara, pada komposisi 5% Si dan 10% Si terjadi penurunan ketebalan total dan lapisan intermetalik. Dari uraian tersebut dapat disimpulkan bahwa akibat dari difusi antara Al dan Fe dengan senyawa *Al-rich* dan *Si-rich* berdifusi dengan α -(Fe), sehingga ketebalan lapisan berkurang.

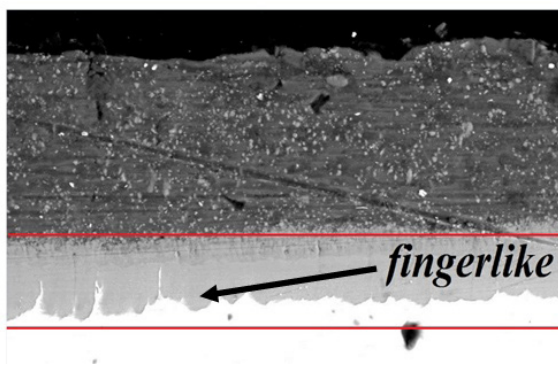
Pengaruh Komposisi dan Waktu Pencelupan terhadap Struktur Mikro Lapisan *Hot Dip Aluminizing*

Hasil pengamatan lapisan intermetalik dari masing-masing sampel menunjukkan adanya morfologi *finger-like* seperti yang ditunjukkan pada Gambar 5. Permukaan intermetalik yang mengarah ke lapisan pada Al murni yang semakin halus ketika penambahan Si dilakukan (Awan and ul Hasan 2008; Citrawati and Maburri 2009; Kobayashi and Yakou 2002; Wang and Shi 2004). Morfologi ini terbentuk akibat dari pertumbuhan senyawa Fe_xAl_y yang arah pertumbuhannya lebih menyukai ke arah terjadinya difusi. Pertumbuhan Fe_xAl_y yang anisotropik inilah yang menyebabkan terbentuknya morfologi menyerupai jari atau lidah (Citrawati and Maburri 2009). Efek dari waktu pencelupan tidak menunjukkan perubahan yang signifikan pada morfologi tersebut. Dari pengamatan variasi komposisi, semakin besar penambahan Si, maka semakin halus morfologi *finger-like* tersebut dan juga mengurangi ketebalan lapisan intermetalik karena adanya difusi atom-atom Si ke arah lapisan Al.



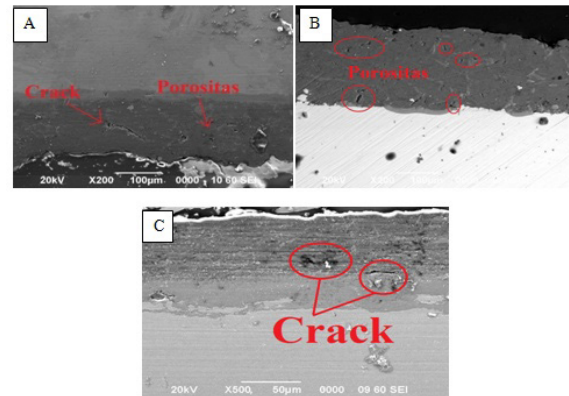
Gambar 5. Struktur Mikro Morfologi Lapisan Intermetalik (A) Al Murni, (B) 95%Al+5%Si, (C) 90%Al+10%Si, (D) 85%Al+15% Si.

Hasil struktur mikro penelitian pada Gambar 5 dan Gambar 6 menunjukkan bahwa semakin besar Si ditambahkan, maka semakin halus morfologi *finger-like*. Morfologi tersebut sangat tidak menguntungkan untuk sifat ketahanan aus dan kestabilan thermal dari lapisan yang terbentuk. Untuk aplikasi turbin dibutuhkan antarmuka lapisan intermetalik yang rata dan halus, sebab tegangan dapat terkonsentrasi pada antarmuka yang tidak rata dan dapat menyebabkan retak pada saat material digunakan.



Gambar 6. Struktur mikro sampel Al murni waktu pencelupan 3 menit dengan morfologi *finger-like* pada lapisan intermetalik.

Selain morfologi *finger-like* pada lapisan intermetalik, dapat ditemukan juga beberapa poros, inklusi, dan *crack* pada lapisan yang ditunjukkan oleh Gambar 7. Hal ini dapat disebabkan oleh beberapa faktor, yaitu adanya udara atau hidrogen yang terjebak pada saat proses *hot dip aluminizing* dan tidak adanya pengaturan tekanan gas sehingga menghasilkan porositas atau inklusi yang disebabkan kurangnya kebersihan lelehan akibat *slag* atau pengotor yang muncul pada saat proses *hot dip aluminizing*. Sementara, *crack* yang timbul dapat disebabkan oleh ketidakmampuan logam untuk menyusut secara natural pada titik yang mengalami perbedaan tekanan (Wang and Shi 2004).



Gambar 7. Porositas dan *Crack* pada lapisan (A) 5% Si 1 menit, (B) 10% Si 1 menit, (C) 15% Si 1 menit.

Penambahan silikon pada *bath*, dipercaya dapat menghilangkan atau menghaluskan morfologi *finger-like* pada komposisi silikon lebih dari 6%wt (Citrawati and Mabruuri 2009). Pada morfologi *finger-like* tersebut ditemukan adanya senyawa Fe_2Al_5 yang jika dilakukan penambahan silikon akan membentuk senyawa $Fe_xAl_ySi_z$, sehingga pertumbuhan Fe_2Al_5 tersebut dapat direduksi oleh adanya difusi dengan silikon.

Pengaruh Komposisi dan Waktu Pencelupan *Hot Dip Aluminizing* terhadap Lapisan Intermetalik

Komposisi lelehan menggunakan Al murni dilakukan pada temperatur *overheat* 150°C, yaitu 811°C dengan waktu pencelupan 1, 3, dan 5 menit diperoleh lapisan intermetalik. Berdasarkan diagram fasa Fe-Al dapat ditentukan senyawa yang terkandung dalam lapisan tersebut mengacu pada komposisi (wt%) dan temperatur. Tabel 1 menunjukkan komposisi kandungan lapisan intermetalik terhadap temperatur lelehan dengan kode sampel A (Al murni), B (95%Al+5%Si), C (90%Al+10%Si), D (85%Al+15%Si), dan angka 1, 3, 5 adalah waktu berdasarkan menit.

Tabel 1. Komposisi pada Lapisan Intermetalik

Sampel	Komposisi (%at.)				Identifikasi Fasa
	Al	Fe	Si	Cr	
A1	59,92	32,67	2,17	5,24	FeAl ₂
A3	61,11	31,71	1,88	5,29	FeAl ₂
A5	-	-	-	-	-
B1	64,19	28,61	4,03	3,16	FeAl ₂
B3	62,26	29,75	3,97	4,02	FeAl ₂
B5	-	-	-	-	-
C1	65,97	19,47	10,88	3,68	FeAl ₃ Si
C3	53,65	33,3	7,16	5,89	FeAl ₂ Si
C5	60,58	27,29	7,65	4,48	FeAl ₂ Si
D1	68,47	12,77	14,62	4,14	FeAl ₃ Si
D3	66,23	14,47	13,32	5,97	FeAl ₃ Si
D5	62,21	17,45	15,48	4,86	FeAl ₃ Si

Pada sampel dengan komposisi penambahan 15% Si pada waktu pencelupan 1 menit diperoleh 68,47%at Al, 12,77%at Fe, dan 14,62%at Si dengan FeAl₃Si sebagai senyawa dominan pada lapisan tersebut. Sampel dengan waktu pencelupan 3 menit diperoleh 66,23%at Al, 14,47%at Fe, dan 13,32%at Si dengan senyawa dominan pada lapisan tersebut adalah FeAl₃Si. Sampel dengan waktu pencelupan 5 menit diperoleh 62,21%at Al, 17,45%at Fe, dan 15,48%at Si dengan senyawa dominan pada lapisan tersebut adalah FeAl₃Si. Karakteristik dari fasa FeAl₃Si mempunyai karakteristik yang lebih getas dibandingkan FeAl₂Si yang mempunyai sifat ulet (Eggeler, Auer, and Kaesche 1986; Ei-Mahallawy et al. 1997).

Senyawa yang terkandung dari lapisan intermetalik antara lain FeAl₂, FeAl₂Si, dan FeAl₃Si. Hal yang membedakan senyawasenyawa tersebut adalah jumlah atom Fe dan atom Al pada tiap lapisan intermetalik. Pada lapisan yang mengandung banyak Fe (*Fe-Rich*) akan lebih ulet dibandingkan lapisan intermetalik yang mengandung banyak Al (*Al-Rich*) yang mempunyai sifat getas (*brittle*). Hal ini menyebabkan aplikasi yang akan digunakan, yakni sudu turbin pada turbin uap dibutuhkan

material yang ulet dan tahan aus sehingga kegagalan dapat dikendalikan. Berdasarkan Tabel 1, sampel dengan keuletan tertinggi yaitu dengan kandungan atom Fe pada lapisan intermetalik terbesar yaitu pada sampel dengan penambahan 10% Si dengan senyawa FeAl₂Si (Zhong-xiang Gui, Weikang Liang, Zhang Yisheng 2014).

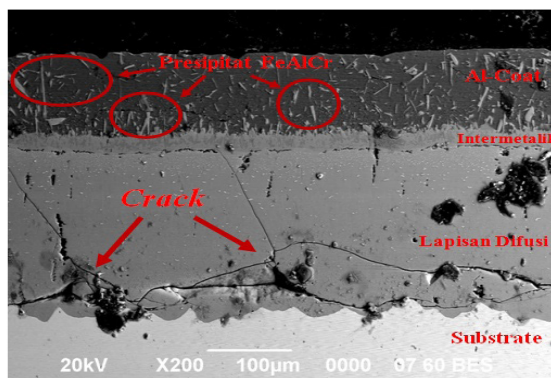
Pengaruh Komposisi dan Waktu Pencelupan, *Heat Treatment* terhadap Lapisan Intermetalik *Hot Dip Aluminizing*

Setelah dilakukan proses *hot dip aluminizing*, kemudian dilakukan *heat treatment* terhadap sampel pada temperatur 700°C selama 3 jam dalam *muffle furnace* yang dilakukan di Laboratorium Metalurgi LIPI Serpong. Sampel yang mewakili proses *heat treatment* ini adalah sampel dengan waktu pencelupan 3 menit dari tiap komposisinya. Setelah itu, pengamatan struktur mikro dilakukan dengan menggunakan SEM-EDS di Laboratorium Pusat Penelitian Metalurgi dan Material LIPI.

Gambar 8 merupakan hasil pengamatan struktur mikro dari lapisan setelah *heat treatment* sampel Al murni. Lapisan intermetalik setelah *heat treatment* diperoleh senyawa dominan yaitu Fe dan Al. Tingginya komposisi Cr pada substrat juga mempengaruhi lapisan intermetalik, sehingga lapisan tersebut mengandung persenyawaan Cr. Atom-atom Cr yang berdifusi ke arah lapisan intermetalik, selain membentuk persenyawaan dengan Fe dan Al juga membentuk presipitat Al_xCr_y ketika atom-atom Cr mencapai lapisan alumunium (Citrawati and Maburri 2009). Dari hasil SEM-EDS dapat ditunjukkan presipitat tersebut pada lapisan yang menyerupai jarum sebagai bentuk persenyawaan Fe, Al, dan Cr. *Crack* yang muncul pada lapisan difusi disebabkan adanya deformasi plastis yang tinggi pada saat

sampel dipanaskan (Kobayashi and Yakou 2002). Namun, dengan penambahan unsur Si dalam campuran *hot dip aluminizing* dapat menghilangkan *crack* pada lapisan $FeAl_2$, hal tersebut ditunjukkan pada Gambar 10 - Gambar 12.

Pada penelitian sebelumnya, ditunjukkan hasil yang berbeda, yakni suhu pemanasan di atas $600^{\circ}C$ dapat memunculkan *crack* pada lapisan AlSi (Weikang Liang, Wenjie Tao, Bin Zhu, Zhang Yisheng, 2017). Hal tersebut kemungkinan disebabkan adanya pengaruh komposisi kimia dari substrat baja yang mengandung boron, sedangkan baja yang digunakan pada penelitian ini tidak mengandung boron.

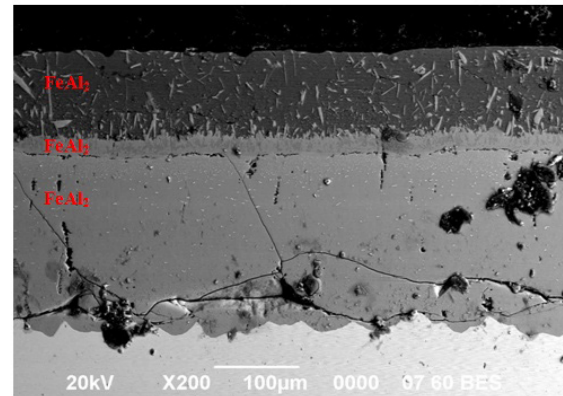


Gambar 8. Foto struktur mikro lapisan setelah *heat treatment* sampel Al murni.

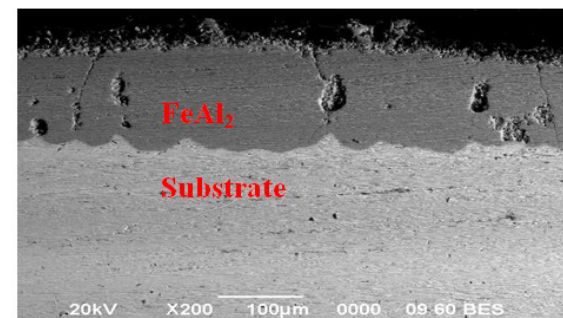
Unsur yang dominan pada lapisan intermetalik setelah proses *heat treatment* adalah Fe dan Al, sedangkan unsur Si lebih menyukai berdifusi dengan Al karena unsur tersebut mempunyai konsentrasi atau nomor atom yang hampir sama, yakni Al dengan nomor atom 13 dan Si dengan nomor atom 14. Tabel 2 dan Gambar 9—Gambar 12 menunjukkan distribusi komposisi (at%) dan identifikasi fasa pada lapisan.

Tabel 2. Komposisi (%at) Lapisan Intermetalik Setelah Proses *Heat Treatment*

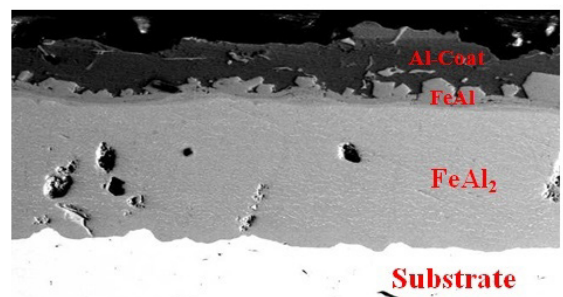
Sampel	Komposisi (at.%)			Identifikasi Fasa
	Al	Fe	Cr	
Al Murni	61,66	33,55	4,79	$FeAl_2$
95%Al+5% Si	55,46	38,74	5,8	$FeAl_2$
90%Al+10% Si	48,84	38,32	3,43	FeAl
85%Al+15% Si	69,6	29,97	1,49	$FeAl_2$



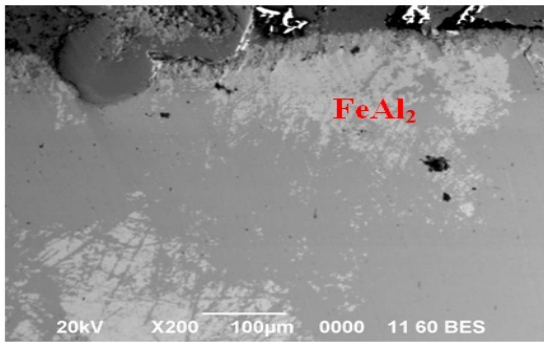
Gambar 9. Foto struktur mikro lapisan setelah *heat treatment* sampel Al murni.



Gambar 10. Foto struktur mikro lapisan setelah *heat treatment* sampel 5% Si.



Gambar 11. Foto struktur mikro lapisan setelah *heat treatment* sampel 10% Si.



Gambar 12. Foto struktur mikro lapisan setelah *heat treatment* sampel 15% Si.

KESIMPULAN

Berdasarkan hasil penelitian yang telah dilakukan, maka diperoleh kesimpulan sebagai berikut.

1. Pengaruh variasi waktu pencelupan pada proses *hot dip aluminizing* menunjukkan semakin lama waktu pencelupan, maka akan semakin besar nilai ketebalan lapisan pada komposisi Al Murni.
2. Lapisan difusi terbentuk setelah dilakukan proses laku difusi dengan sampel yang memiliki ketebalan lapisan difusi terbesar adalah 10% Si.
3. Fasa yang terbentuk pada lapisan intermetalik hasil *hot dip aluminizing* umumnya adalah FeAl_2 dan FeAl_3Si .
4. Pengaruh penambahan unsur Si pada komposisi lelehan mengakibatkan semakin besar penambahan unsur Si. Dengan demikian, akan semakin halus morfologi *fingerlike* pada lapisan terbentuk, tetapi penambahan unsur Si menghambat pertumbuhan difusi pada lapisan.

UCAPAN TERIMA KASIH

Terima kasih kami ucapkan kepada Pusat Penelitian Metalurgi dan Material (P2MM) LIPI yang telah memfasilitasi dan membimbing dalam pengujian pada proses penelitian dan kepada jurusan teknik metalurgi UNTIRTA yang telah membimbing hingga proses penelitian selesai dengan baik.

REFERENCES

- Awan, G.H., and F. ul Hasan. 2008. "The Morphology of Coating/Substrate Interface in Hot-Dip-Aluminized Steels." *Mater. Sci. Eng. A* 472 (1–2): 157–65.
- Citrawati, Fataya, and Efendi Maburri. 2009. "Pelapisan Aluminium Baja Tahan Karat Martensitik AISI 420 Melalui Metode Celup Panas." *Met-alurgi* 2 (2): 1–8.
- Ebrahimifar, Hadi, Morteza Zandrahimi, Bahaedin Nikrooz, and Mehdi Sedighi. 2013. "Production of Cobalt Anti-Corrosion Coating on AISI 430 Steel-Optimization Using Box-Behnken Experimental Designs." *Indian Journal of Chemical Technology* 20 (1): 40–45.
- Eggeler, G., W. Auer, and H. Kaesche. 1986. "On the Influence of Silicon on the Growth of the Alloy Layer during Hot Dip Aluminizing." *J. Mater. Sci.* 21 (9): 3348–3350.
- Ei-Mahallawy, N. A., M. A. Taha, M. A. Shady, A. R. Ei-Sissi, A. N. Attia, and W. Reif. 1997. "Analysis of Coating Layer Formed on Steel Strips during Aluminizing by Hot Dipping in Al-Si Baths." *Materials Science and Technology* 13 (10): 832–40. <https://doi.org/10.1179/mst.1997.13.10.832>.

- Kobayashi, S, and T Yakou. 2002. "Control of Intermetallic Compound Layers at Interface between Steel and Aluminum by Diffusion-Treatment." *Mater. Sci. Eng. A* 338 (1–2): 44–53.
- Liu, Xingbo, Ever Barbero, Ling Xu, Matthew Burris, Keh-Minn Chang, and Vinod Sikka. 2005. "Liquid Metal Corrosion of 316L, Fe₃Al, and Fe-CrSi in Molten Zn-Al Baths." *Metalurgical and Materials Transactions A* 36 (8): 2049–58.
- Saidi, D., B. Zaid, N. Souami, M. Negache, and A. Si Ahmed. 2014. "Microstructure and Fracture Mode of a Martensitic Stainless Steel Steam Turbine Blade Characterized via Scanning Auger Microscopy and Potentiodynamic Polarization." In *IOP Conf. Series: Materials Science and Engineering*, 012004. IOP Publishing. <https://doi.org/10.1088/1757-899X/60/1/012004>.
- Wang, D., and Z. Shi. 2004. "Aluminizing and Oxidation Treatment of 1Cr18Ni9 Stainless Steel." *Appl. Surf. Sci.* 227 (1–4): 255–260.
- Wang, Liang, Wenjie Tao, Bin Zhu, Zhang Yisheng. 2017. "Influence of heating parameters on properties of the Al-Si coating applied to hot stamping." *Science China Technological Sciences* 60 (7): 1-15.
- WANG, Qian, Xue-song LENG, Tian-hao YANG, and Jiu-chun YAN. 2014. "Effects of Fe-Al Intermetallic Compounds on Interfacial Bonding of Clad Materials." *Trans. Nonferrous Met. Soc. China* 24: 279–284.
- Zhong-xiang, Gui, Weikang Liang, Zhang Yisheng. 2014. "Enhancing ductility of the Al-Si coating on hot stamping steel by controlling the Fe-Al phase transformation during austenitization." *Science in China Series E Technological Sciences* 57 (9): 1785–1793. <https://doi: 10.1007/s11431-014-5576-3>.