



Digital Receipt

This receipt acknowledges that **Turnitin** received your paper. Below you will find the receipt information regarding your submission.

The first page of your submissions is displayed below.

Submission author: I Made Wicaksana Ekaputra
Assignment title: Quick Submit
Submission title: Prediksi Laju Perambatan Retak Me...
File name: ja_Austenitik_316L_Menggunakan_...
File size: 515.49K
Page count: 8
Word count: 3,112
Character count: 17,262
Submission date: 04-Mar-2021 11:59AM (UTC+0700)
Submission ID: 1523829212

REKAYASAMESIN
eISSN 2477-6041 artikel 10, pp. 185 - 192, 2019

V10 N2

PREDIKSI LAJU PERAMBATAN RETAK MELAR PADA BAJA AUSTENITIK 316L MENGUNAKAN DATA UJI MELAR DAN METODE NSW

I Made Wicaksana
Ekaputra
Tenaga Pengajar (Dosen)
Universitas Sains Dianata
Jember
made@unsd.ac.id

In this study, an experimental creep crack growth rate (CCGR) of austenitic steel AISI 316L was predicted from the creep constant values and Nibkin Smith Webster (NSW) method. The experimental CCGR data were obtained from the CCG test under four different load conditions ranging from 6000 to 7000 N at 525 °C. The creep constants, A and n were obtained from the uniaxial creep rupture test under various load conditions, ranging from 180 to 225 MPa at 525 °C. The creep constants were determined both from the minimum and average creep strain rate data. By applying the creep constants and NSW method, the predicted CCGR curve was generated and compared with the experimental CCGR curve. The results showed that the predicted CCGR curve based on the minimum creep strain rate data was found to be close to the experimental CCGR curve. The significant portion of creep crack growth's lifetime of austenitic steel AISI 316L was occupied by the crack propagation (steady stage) period rather than crack initiation and/or fracture periods. In addition, plane stress and strain conditions could also be determined from the predicted CCGR curve. It was observed that the experimental CCGR curve was located near the plane strain condition where no deformation occurred in the lateral direction.

Keywords: Austenitic Steel AISI 316L, CCGR, Creep Rupture, NSW.

1. PENDAHULUAN

Baja austenitik AISI 316L adalah salah satu kandidat material yang sangat cocok digunakan untuk komponen-komponen yang beroperasi pada lingkungan kerja yang ekstrim, khususnya yang bersifat korosif dan temperatur yang cukup tinggi seperti pada pembangkit listrik tenaga gas dan uap (PLTGU) dan pembangkit listrik tenaga nuklir (PLTN) [1-2]. Dengan komposisi kimia terbesar diantaranya adalah Chromium (Cr), Molybdenum (Mo), dan Nickel (Ni), serta komposisi Carbon (C) yang rendah (<0.03 C wt-%), menjadikan AISI 316L memiliki beberapa sifat mekanis yang unggul, diantaranya tahan pada lingkungan korosif dan suhu tinggi, sifat mampu bentuk dan las yang baik, serta tidak dapat dimagnetkan [3-6].

Pada kondisi temperatur yang tinggi dan pembebanan yang konstan, suatu material dapat mengalami salah satu bentuk kegagalan yang dinamakan dengan kegagalan melar (*creep rupture*). Kegagalan melar yang terjadi pada suatu struktur perlu diperhatikan dengan seksama dan hati-hati, karena prosesnya terjadi dalam waktu yang cukup lama dan pada periode tertentu akan gagal secara tiba-tiba. Kegagalan melar dalam mekanisme perputahan (*fracture mechanics*) diklasifikasikan sebagai jenis perputahan yang bergantung pada waktu (*time-dependent fracture mechanics*) [6]. Gambar 1 menunjukkan kurva regangan terhadap fungsi waktu yang merepresentasikan kurva melar secara umum. Pada kurva tersebut, terdapat tiga tahapan proses, yaitu tahap pertama (*primary stage*), kedua (*secondary stage*), dan ketiga (*tertiary stage*). Pada tahap pertama material akan mengalami penguatan atau disebut dengan *strain hardening*, lalu dilanjutkan dengan tahap kedua yaitu tahap stabil atau disebut juga dengan *steady stage*, dan terakhir dilanjutkan dengan tahap percepatan atau disebut juga dengan *acceleration stage*, dimana material akan mengalami patah secara tiba-tiba. Dilihat dari

Corresponding Author: made@unsd.ac.id

Received on: March 2019

Accepted on: August 2019

185

Prediksi Laju Perambatan Retak Melar pada Baja Austenitik 316L Menggunakan Data Uji Melar dan Metode NSW

by Ekaputra I Made Wicaksana

Submission date: 04-Mar-2021 11:59AM (UTC+0700)

Submission ID: 1523829212

File name: ja_Austenitik_316L_Menggunakan_Data_Uji_Melar_dan_Metode_NSW.pdf (515.49K)

Word count: 3112

Character count: 17262

**I Made Wicaksana
Ekaputra**

Tenaga Pengajar (Dosen)
Universitas Sanata Dharma
Jurusan Teknik Mesin
made@usd.ac.id

PREDIKSI LAJU PERAMBATAN RETAK MELAR PADA BAJA AUSTENITIK 316L MENGUNAKAN DATA UJI MELAR DAN METODE NSW

³⁰
In this study, an experimental creep crack growth rate (CCGR) of austenitic steel AISI 316L was predicted from the creep constant values and Nibkin Smith Webster (NSW) method. The experimental CCGR data were obtained from the CCG test under four different load conditions ranging from 6000 to 7000 N at 525 °C. The creep constants, A and n were obtained from the uniaxial creep rupture test under various load conditions, ranging from 180 to 225 Mpa at 525 °C. The creep constants were determined both from the minimum and average creep strain rate data. By applying the creep constants ³² NSW method, the predicted CCGR curve was generated and compared with the experimental CCGR curve. The result showed that the predicted ²³ CCGR curve based on the minimum creep strain rate data was found to be ³¹ close to the experimental CCGR curve. The significant portion of creep crack growth's lifetime of austenitic steel AISI 316L was occupied by the crack propagation (steady stage) period rather than crack initiation and/or fracture periods. In addition, plane stress and strain conditions could also be determined from the predicted CCGR curve. It was observed that the experimental CCGR curve was located near the plane strain condition where no deformation occurred in the lateral direction.

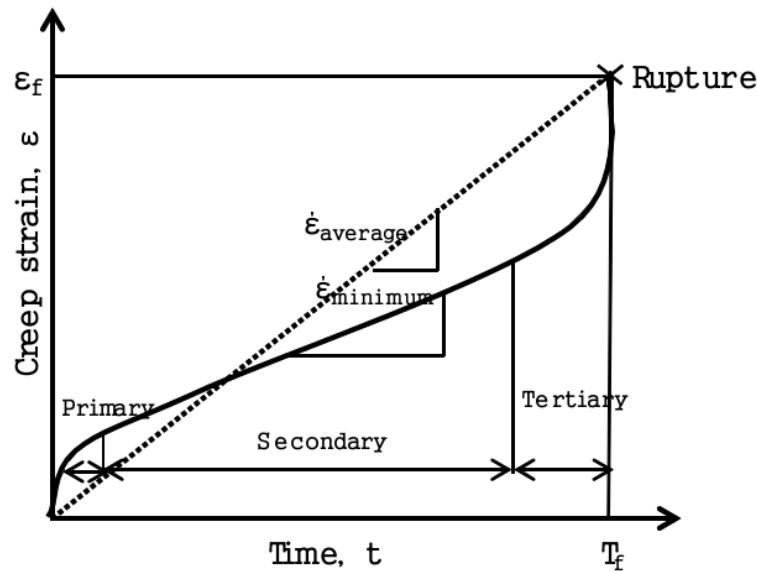
¹
Keywords: Austenitic Steel AISI 316L, CCGR, Creep Rupture, NSW.

1. PENDAHULUAN

Baja austenitik AISI 316L adalah salah satu kandidat material yang sangat cocok digunakan untuk komponen-komponen yang beroperasi pada lingkungan ²² kerja yang ekstrim, khususnya yang bersifat korosif dan temperature yang cukup tinggi seperti pada pembangkit listrik tenaga gas dan uap (PLTGU) dan pembangkit listrik tenaga nuklir (PLTN) [1-2]. Dengan komposisi kimia terbesar diantaranya adalah Chromium (Cr), Molybdenum (Mo), dan Nickel (Ni), serta komposisi Carbon (C) yang rendah (<0.03 C wt-%), menjadikan AISI 316L memiliki beberapa sifat mekanis yang unggul, diantaranya tahan pada lingkungan korosif dan suhu tinggi, sifat mampu bentuk dan las yang baik, serta tidak dapat dimagnetkan [3-6].

Pada kondisi temperatur yang tinggi dan pembebanan yang konstan, suatu material dapat mengalami salah suatu bentuk kegagalan yang dinamakan dengan kegagalan melar (*creep rupture*). Kegagalan ²⁶ melar yang terjadi pada suatu struktur perlu diperhitungkan dengan seksama dan hati-hati, karena prosesnya terjadi dalam waktu yang cukup lama dan pada periode tertentu akan gagal secara tiba-tiba. Kegagalan melar dalam mekanisme perpatahan (*fracture mechanics*) diklasifikasikan sebagai jenis perpatahan yang bergantung pada waktu (*time-dependent fracture mechanics*) [6]. Gambar 1 menunjukkan kurva regangan terhadap fungsi waktu yang merepresentasikan kurva melar secara umum. Pada kurva tersebut, terdapat tiga tahapan proses, yaitu tahap pertama (*primary stage*), kedua (*secondary stage*), dan ketiga (*tertiary stage*). Pada tahap pertama material akan mengalami penguatan atau disebut dengan *strain hardening*, lalu dilanjutkan dengan tahap kedua yaitu tahap stabil atau disebut juga dengan *steady stage*, dan terakhir dilanjutkan dengan tahap percepatan atau disebut juga dengan *acceleration stage*, dimana material akan mengalami patah secara tiba-tiba. Dilihat dari

proporsi waktu prosesnya, tahapan kedua pada kurva malar memiliki presentase waktu terbesar, dimana hampir sebagian besar proses waktu malar terjadi pada tahap ini.



Gambar 1: Kurva malar.

Setelah melewati tahap kedua, material akan mengalami percepatan perambatan retak dan akhirnya patah. Saat perambatan retak mencapai tahap ketiga, maka dalam waktu yang sangat singkat material akan patah secara tiba-tiba. Oleh sebab itu laju perambatan retak pada tahap kedua perlu diprediksi sebelum terjadinya percepatan retak pada tahap ketiga [7-9]. Dalam melakukan perhitungan laju perambatan retak malar (*creep crack growth rate*) diperlukan suatu pengujian yang dinamakan dengan pengujian perambatan retak malar (*creep crack growth*), yang kemudian dianalisis menggunakan suatu parameter yang disebut dengan parameter C^* [7-8]. Kendala yang sering dihadapi dalam melakukan pengujian perambatan retak malar diantaranya adalah waktu yang tepat untuk menghentikan pengujian sebelum material mencapai tahap ketiga dan kesulitan dalam penentuan kondisi tegangan pada permukaan baik berupa kondisi *plane stress* atau *strain*. Oleh sebab itu, sebagai salah satu bentuk pendekatan, beberapa penelitian telah dilakukan pada beberapa material untuk memprediksi laju perambatan retak hanya dengan menggunakan konstanta malar (*creep constants*) yang diperoleh dari data pengujian malar (*uniaxial creep rupture*), dan dirumuskan menggunakan metode *Nibkin Smith Webster* atau lebih dikenal dengan metode NSW [10-15].

Dalam artikel ini, sejumlah data laju perambatan retak malar dan konstanta malar pada baja austenitik AISI 316L diperoleh masing-masing dari pengujian perambatan retak malar dan malar. Pengujian perambatan retak malar diperoleh berdasarkan kondisi pembebanan konstan yang bervariasi antara 6000 hingga 7000 N dan temperature konstan sebesar 525 °C. Sedangkan pada pengujian malar, pengujian dilakukan dengan pembebanan konstan yang bervariasi antara 180 hingga 225 MPa dan temperature konstan sebesar 525 °C. Dari data pengujian malar, nilai konstanta malar diperoleh dan digunakan untuk menghitung prediksi laju perambatan retak malar menggunakan metode NSW. Prediksi laju perambatan retak malar kemudian dibandingkan dengan data eksperimen laju perambatan retak malar yang terjadi pada baja austenitik AISI 316L.

2. METODE DAN BAHAN

Komposisi kimia untuk baja austenitik AISI 316L secara keseluruhan dapat dilihat pada tabel 1. Spesimen yang digunakan dalam pengujian berupa batang logam yang dibentuk melalui proses *hot rolling* hingga terbentuk plat dengan ketebalan 10 mm. Spesimen yang digunakan untuk pengujian malar berbentuk silinder dengan panjang 30 mm dan diameter 6 mm. Pengujian malar mengikuti prosedur yang ada pada standar ASTM E139. Pengujian malar dilakukan dengan beberapa variasi pembebanan konstan antara 180 hingga 225 MPa pada temperature 525 °C. Temperatur pada saat pengujian dipertahankan pada batas yang diizinkan yaitu ± 2

°C. Berdasarkan kurva malar yang diperoleh dari masing-masing pembebanan, nilai konstanta malar, A dan n diperoleh dengan menerapkan persamaan *Norton* pada kurva logaritmik tegangan sebagai fungsi laju regangan malar (*creep strain rate*). Laju regangan malar diperoleh dengan menarik garis regresi menggunakan metode *linear square fitting method* (LSFM), masing-masing pada tahap kedua/regangan malar minimum (*minimum creep strain rate*) dan keseluruhan tahap/regangan malar rata-rata (*average creep strain rate*) seperti yang terlihat pada gambar 1. Nilai Konstanta malar, A dan n untuk masing-masing laju regangan malar minimum dan rata-rata dapat dilihat pada tabel 2.

Sebagai data acuan, pengujian perambatan retak malar (CCG) dilakukan dengan menerapkan pembebanan yang bervariasi antara 6000 hingga 7000 N pada temperatur 525 °C. pengujian dilakukan mengikuti prosedur yang ada pada standar ASTM E1475 [16]. Spesimen yang digunakan dalam pengujian berjenis *compact tension* (CT), seperti yang terlihat pada gambar 2. Pada saat pengujian, perubahan panjang spesimen akibat deformasi diukur menggunakan *linear variable displacement transducer* (LVDT). Perambatan retak pada spesimen CT diukur menggunakan metode *direct current potential drop* (DCPD). Tegangan *output* yang diperoleh melalui metode DCPD dikonversi menjadi panjang retakan menggunakan persamaan *Johnson* [16] sebagai berikut:

$$a = \frac{2W}{\pi} \cos^{-1} \frac{\cosh(\pi Y_0/2W)}{\cos V/V_0 [\cosh^{-1} \{ (\cosh(\pi Y_0/2W) / \cos(\pi a_0/2W)) \}]} \quad (1),$$

dimana a = panjang retak, a_0 = panjang retak awal, V = tegangan *output*, V_0 = tegangan *output* awal, W = lebar spesimen, and Y_0 = jarak antara kawat tegangan *output* pada spesimen CT.

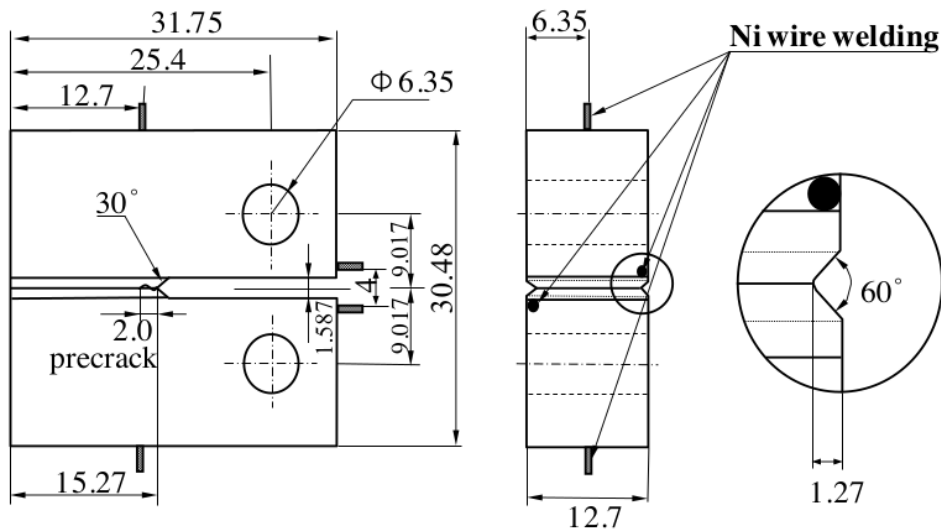
Laju perambatan retak malar yang diperoleh dari pengujian perambatan retak malar dikalkulasi dan dianalisis menggunakan parameter C^* [7-8]. Relasi antara laju perambatan retak dan parameter C^* dirumuskan berdasarkan persamaan *power* sebagai berikut,

$$\frac{da}{dt} = B(C^*)^q \quad (2),$$

dimana nilai B dan q masing-masing adalah konstanta laju perambatan retak.

Tabel 1: Komposisi kimia dari ⁶AISI 316L (wt.%).

Fe	C	Si	Mn	P	S	Cr	Ni	Mo	Fe
bal.	0.022	0.47	1.899	0.046	0.008	17.501	10.018	2.096	67.290



Gambar 2: Spesimen CT.

Metode NSW didasarkan atas pendekatan dimana area melar yang terdapat pada ujung area retakan dapat mewakili keseluruhan proses perambatan retak. Gambar 3 menunjukkan skema ilustrasi dari area melar yang terdapat pada ujung retakan (r_c). Penghitungan laju perambatan retak melar menggunakan metode NSW dibedakan menjadi dua berdasarkan regresi garis yang dilakukan pada kurva melar, yaitu laju regangan melar minimum dan rata-rata. Penggunaan laju regangan melar minimum digunakan dengan mengabaikan tahap pertama dan ketiga pada kurva melar. Pengabaian ini dilakukan dengan pertimbangan bahwa proporsi waktu pada tahap-tahap tersebut tidak terlalu signifikan [7-8]. Namun pada kasus-kasus tertentu, proporsi waktu pada tahap-tahap tersebut perlu dipertimbangkan, sehingga perlu dilakukan regresi secara keseluruhan mulai dari tahap satu, dua dan tiga pada kurva melar, atau disebut dengan laju regangan melar rata-rata. Penggunaan semua tahapan pada kurva melar akan memberikan sejumlah deviasi terhadap prediksi laju perambatan retak melar yang cukup besar apabila ternyata proporsi waktu pada tahap satu dan tiga cukup memberi kontribusi. Laju perambatan retak melar berdasarkan laju regangan melar minimum dan rata-rata dengan menggunakan pendekatan metode NSW dirumuskan masing-masing pada persamaan (3) dan (4) berikut [10-12]:

$$\dot{a}_s^{NSW} = \frac{(n+1)}{e_f^*} \left[\frac{C^*}{I_n} \right]^{\frac{1}{n+1}} (Ar_c)^{\frac{1}{n+1}} \quad (3),$$

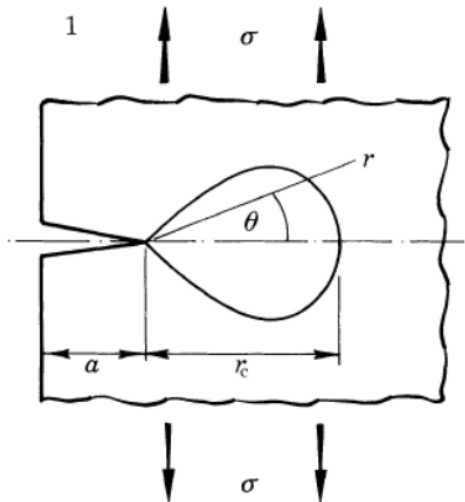
$$\dot{a}_s^{NSW} = \left(\frac{n+1}{n+1-\nu} \right) \left[\frac{C^*}{I_n \sigma_0} \right]^{\frac{1}{n+1}} \frac{r_c^{\frac{1}{n+1}}}{e_f^*} \quad (4),$$

dimana A dan n adalah konstanta melar, σ_0 adalah tegangan normalising, ν adalah konstanta dari *temperature dependent*, r_c adalah area melar, dan e_f^* adalah nilai keuletan akibat melar. Nilai I_n dibedakan berdasarkan kondisi *plane stress* dan *strain* yang merupakan fungsi dari konstanta melar, dimana masing-masing diperoleh berdasarkan persamaan (5) dan (6) berikut,

$$I_n = 10.3 \sqrt{0.13 + \frac{1}{n} - \frac{4.6}{n}} \quad (5),$$

$$I_n = 7.2 \sqrt{0.12 + \frac{1}{n} - \frac{29}{n}} \quad (6).$$

Nilai e_f^* , σ_0 , I_n , r_c , dan ν untuk masing-masing data berdasarkan laju regangan melar minimum dan rata-rata untuk kondisi *plane stress* dan *strain* pada baja austenitik AISI 316L dirangkum dalam tabel 2.

**Gambar 3.** Area melar.

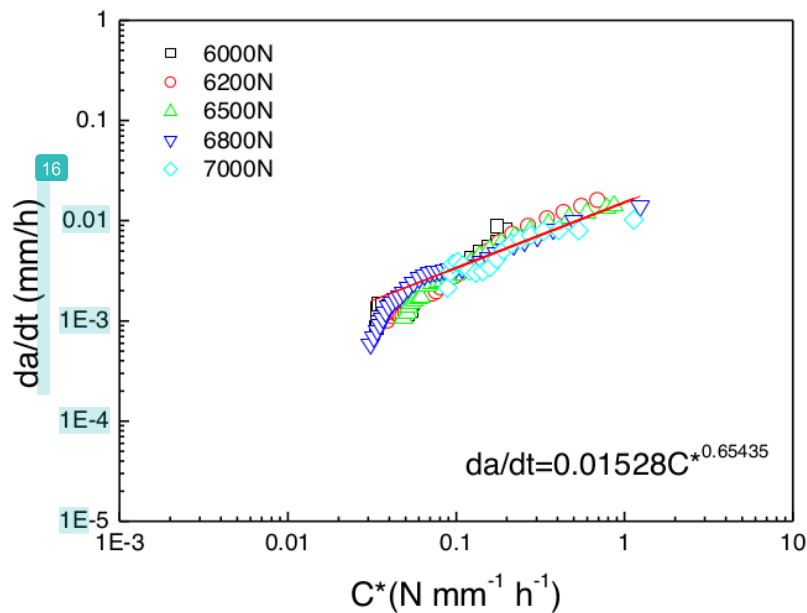
3. HASIL DAN DISKUSI

3.1 Laju perambatan retak melar berdasarkan data pengujian perambatan retak melar

Gambar 4 menunjukkan kurva laju perambatan retak melar berdasarkan data pengujian perambatan retak melar untuk material AISI 316L pada temperatur 525 °C dengan beberapa variasi pembebanan konstan. Beberapa hasil penelitian telah melaporkan bahwa laju perambatan retak melar umumnya diawali oleh kurva *non-linear* pada tahap pertama atau yang sering disebut dengan istilah *tail* dan dilanjutkan oleh garis *linear* pada tahap kedua. Pada beberapa material, kurva *non-linear* tersebut memiliki porsi waktu melar yang cukup besar, sehingga diperlukan analisis lebih lanjut [7-8]. Dari gambar 4 terlihat bahwa kurva melar pada material AISI 316L diawali oleh tahapan pertama berupa kurva *non-linear* yang mengarah ke bawah. Kurva *non-linear* tersebut terjadi akibat kerusakan yang telah terakumulasi dan menumpuk di ujung titik retakan (*crack tip*) [17]. Namun dilihat dari porsi waktu proses melar yang terjadi, terlihat jelas bahwa tahapan pertama tidak terlalu signifikan dibandingkan tahapan kedua. Porsi waktu tahapan kedua yang berupa garis linear hampir mendominasi fenomena melar yang terjadi. Oleh sebab itu, prediksi laju perambatan melar hanya difokuskan pada tahapan kedua pada kurva melar.

Table 2: Nilai konstanta untuk prediksi perambatan retak melar menggunakan metode NSW.

	Laju melar minimum		Laju melar rata-rata	
	Plane stress	Plane strain	Plane stress	Plane strain
n	9.77	9.77	6.25	6.25
A	2.66E-27	2.66E-27	2.51E-17	2.51E-17
ϵ_f^*	1.50	0.05	1.50	0.05
σ_o	495	495	867	867
I_n	3.09	4.48	3.41	4.89
r_c	0.02	0.02	0.02	0.02
ν			4.0568	4.0568



Gambar 4. Data pengujian perambatan retak melar.

Garis regresi linear ditarik pada tahap kedua laju perambatan retak melar dan diperoleh persamaan laju perambatan retak melar terhadap parameter C^* sebagai berikut:

$$\frac{da}{dt} = 0.01528C^*^{0.65} \quad (7),$$

nilai konstanta B dan q masing-masing adalah 0.01528 dan 0.65.

3.2 Prediksi laju perambatan retak melar berdasarkan konstanta melar dan metode NSW

Gambar 5 menunjukkan perbandingan antara kurva prediksi laju perambatan retak melar terhadap kurva eksperimen laju perambatan retak melar. Garis tebal merah mewakili kurva eksperimen laju perambatan retak melar, sedangkan garis putus-putus menunjukkan prediksi laju perambatan retak melar. Dengan menggunakan persamaan (2), diperoleh persamaan laju perambatan retak melar berdasarkan laju regangan melar minimum sebagai berikut,

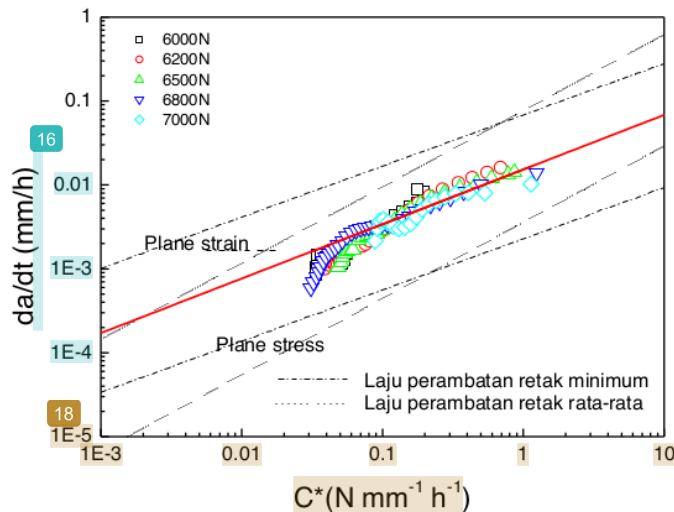
$$\frac{da}{dt} = 0.00228C^*^{0.61} \quad (8),$$

$$\frac{da}{dt} = 0.06834C^*^{0.61} \quad (9),$$

dimana persamaan (8) adalah laju perambatan retak melar minimum untuk kondisi *plane stress* dan persamaan (9) untuk kondisi *plane strain*. Sedangkan untuk laju perambatan retak melar berdasarkan laju regangan melar rata-rata dengan menggunakan persamaan (3), diperoleh sebagai berikut,

$$\frac{da}{dt} = 0.00359C^*^{0.91} \quad (10),$$

$$\frac{da}{dt} = 0.07679C^*^{0.91} \quad (11),$$



Gambar 5. Perbandingan antara laju perambatan retak melar prediksi dan eksperimen.

dimana persamaan (10) adalah laju perambatan retak melar rata-rata untuk kondisi *plane stress* dan persamaan (11) untuk kondisi *plane strain*. Dari gambar 5 terlihat bahwa prediksi laju perambatan retak melar berdasarkan data laju regangan melar minimum memiliki nilai kemiringan kurva (*slope*) yang cenderung lebih dekat yaitu 0.61 dengan data pengujian perambatan retak melar yaitu 0.65. Sedangkan untuk laju perambatan retak melar rata-rata, nilai q cukup berbeda yaitu 0.91. Nilai laju perambatan retak melar minimum mendekati data pengujian perambatan retak melar dikarenakan perambatan retak yang terjadi pada AISI 316L sebagian besar waktu prosesnya terjadi pada tahap kedua. Sedangkan pada tahap pertama, porsi waktu untuk proses perambatan retak tidak terlalu signifikan, sehingga nilainya dapat diabaikan. Sehingga untuk data perambatan retak melar rata-rata terjadi deviasi yang cukup besar karena data yang digunakan menggunakan data regresi rata-rata keseluruhan tahapan pada kurva melar. Selanjutnya, dari gambar 4 terlihat bahwa perambatan retak yang terjadi berupa *plane strain* dimana nilai B yaitu 0.06834 lebih dekat terhadap nilai B yang diperoleh dari data pengujian perambatan retak melar yaitu 0.01528. Perambatan retak melar berdasarkan *plane strain* mengindikasikan bahwa pada saat pembebanan, tidak terjadi deformasi pada arah lateral/ tegak lurus pembebanan.

4. KESIMPULAN

Dapat disimpulkan bahwa nilai konstanta melar yang diperoleh dari data pengujian melar dan dirumuskan menggunakan metode NSW dapat digunakan untuk memprediksi laju perambatan retak melar pada material AISI 316L. Penggunaan nilai konstanta yang diperoleh dari regresi garis pada kurva regangan melar minimum menghasilkan nilai yang lebih baik dibandingkan regresi garis pada kurva regangan melar rata-rata. Dari kurva pengujian laju perambatan retak melar, porsi tahapan laju perambatan retak melar sebagian besar terdapat pada tahap kedua. Dilihat dari kondisi tegangan permukaan, Laju perambatan retak pada material AISI 316L lebih mendekati kondisi *plane strain*.

5. DAFTAR PUSTAKA

- [1] T. D. WIDODO., dan R. RAHARJO, "Pengaruh ball peening terhadap kekerasan baja tahan karat AISI 316L", *Jurnal Rekayasa Mesin*, v. 7, n. 3, pp. 151-155, Agustus 2018.
- [2] M. PRAMUDIA, A.S. ROMADHON, "Pengaruh variasi ukuran bola baja pada proses dry shot peening terhadap mikrostruktur dan kekerasan material implan AISI 316L", *Jurnal Rekayasa Mesin*, v. 9, n. 3, pp. 169-172, Desember 2018.
- [3] B. CAI, J.H. KANG, C.W. HONG, dan S.J. KIM, "Effects of N and Cu on the prediction of creep life of 316 L austenitic stainless steel at 650 °C", *Materials Sciences and Engineering: A*, v. 662, pp. 198-203, 2016.
- [4] V. GANESAN, M. D. MATHEW, P. PARAMESWARAN, dan K. LAHA, "Effect of nitrogen on evolution of dislocation substructure in 316LN SS during creep", *Procedia Engineering*, v. 55, pp. 36-40, 2013.
- [5] M. D. MATHEW, K. LAHA, dan V. GANESAN, "Improving creep strength of 316L stainless steel by alloying with nitrogen", *J. of Material Science and Engineering A*, v. 535, pp. 76-83, 2012.
- [6] J. G. KUMAR, V. GANESAN, K. LAHA, dan M. D. MATHEW, "The dependent design curves for a high nitrogen grade of 316LN stainless steel for fast reactor applications", *J. of Nuclear Engineering and Design*, v. 265, pp. 949-956, 2013.
- [7] I.W. EKAPUTRA, WOO-GON KIM, JAE-YOUNG PARK, SEON-JIN KIM, dan EUNG-SEON KIM, "Characterization of the Q^* parameter for evaluating creep crack growth rate for Type 316LN stainless steel", *J. of Mechanical Science and Technology*, v. 30 (7), pp. 1-8, 2016.
- [8] I. M. W. EKAPUTRA, W. G. KIM, J. Y. PARK, S. J. KIM, dan Y. W. KIM, "Analysis of the creep crack growth rate for modified 9Cr-1Mo steel using Q^* parameter", *J. of Mechanical Science and Technology*, v. 28, pp. 4075-4081, 2014.
- [9] Y. KUMAR, S. VENUGOPAL, G. SASIKALA, P.K. PARIDA, dan A. MOITRA, "Study of creep crack growth behaviour of a type 316 (N) stainless steel weld and its mechanism", *Materials Sciences and Engineering*, v. 731, pp. 551-560, 2018.
- [10] S. LIU, G.Z. WANG, S.T. TU, dan F.Z. XUAN, "Creep crack growth prediction and assessment incorporating constraint effect for pressurized pipes with axial surface cracks", *Engineering Fracture Mechanics*, v. 154, pp. 92-110, 2016.
- [11] L. ZHAO, H. JING, Y. HAN, J. XIU, dan L. XU, "Prediction of creep crack growth behavior in ASME P91 steel welded joint", *Computational Materials Sciences*, v. 61, pp. 185-193, 2012.
- [12] D. WU, H. JING, L. XU, L. ZHAO, dan Y. HAN, "Enhanced model of creep crack initiation prediction coupled the stress-regime creep properties and constraint effect", *European Journal of Mechanics – A/Solids*, v. 74, pp. 145-159, 2019.

- [13] Y.C. ZHANG, W. JIANG, S. T. TU, X.C ZHANG, Y.J. YE, dan R.Z. WANG, "Experimental investigation and numerical prediction on creep crack growth behavior of the solution treated inconel 625 peralloy", v. 199, pp. 327-324, 2018.
- [14] H.S. MA, G.Z. WANG, S. LIU, S.T. TU, dan F.Z. XUAN, "In-plane and out-of-plane unified constraint-dependent creep crack growth rate of 316H steel", *Engineering Fracture Mechanics*, v. 155, pp. 88-101, 2016.
- [15] J.Z. HE, G.Z. WANG, S.T. TU, dan F.Z. XUAN, "Prediction of creep crack initiation behavior considering constraint effects for cracked pipes", *Engineering Fracture Mechanics*, v. 190, pp. 213-231, 2018.
- [16] ASTM E 1457-15, Standard test method for measurement of creep crack growth rates in metals, (2015).
- [17] R.A. AINSWORTH, *High temperature component life assessment*, 1ed., United Kingdom, Chapman&Hall, 1994.

Prediksi Laju Perambatan Retak Melar pada Baja Austenitik 316L Menggunakan Data Uji Melar dan Metode NSW

ORIGINALITY REPORT

19%

SIMILARITY INDEX

17%

INTERNET SOURCES

16%

PUBLICATIONS

%

STUDENT PAPERS

PRIMARY SOURCES

1

digilib.mercubuana.ac.id

Internet Source

1%

2

Lanlan Tian, Jun Liu, Weimin Ge. "Investigation of the constraint effect of the P92 steel under high temperature based on the parameter Ac and creep strain", 2017 IEEE International Conference on Mechatronics and Automation (ICMA), 2017

Publication

1%

3

Yu-Cai Zhang, Xin-Tong Yu, Wenchun Jiang, Shan-Tung Tu, Xian-Cheng Zhang, You-Jun Ye. "Creep fracture behavior of the Crofer 22 APU for the interconnect of solid oxide fuel cell under different temperatures", International Journal of Hydrogen Energy, 2020

Publication

1%

4

www.j3.jstage.jst.go.jp

Internet Source

1%

5

Yu-Cai Zhang, Wenchun Jiang, Shan-Tung Tu,

Xian-Cheng Zhang, You-Jun Ye. "Creep crack growth behavior analysis of the 9Cr-1Mo steel by a modified creep-damage model", Materials Science and Engineering: A, 2017

Publication

1%

6

repository.usd.ac.id

Internet Source

1%

7

www.laonongshucaai.com

Internet Source

1%

8

coek.info

Internet Source

1%

9

elib.uni-stuttgart.de

Internet Source

1%

10

Dongquan Wu, Lianyong Xu, Wei Zhai, Hongyang Jing, Lei Zhao, Yongdian Han. "Analysis of the constraint levels and the creep crack initiation times for pressurized pipes with long surface cracks", Thin-Walled Structures, 2020

Publication

1%

11

Dongquan Wu, Hongyang Jing, Lianyong Xu. "Engineering application of enhanced C*-Q* two parameter approaches for predicting creep crack initiation times", European Journal of Mechanics - A/Solids, 2020

Publication

1%

12	scholarworks.utep.edu Internet Source	1 %
13	jst.ejournal.unri.ac.id Internet Source	1 %
14	strathprints.strath.ac.uk Internet Source	1 %
15	Woo-Gon Kim, Jae-Young Park, Min-Gu Won, Hyeong-Yeon Lee, Nam-Su Huh. "Non-linear modeling of stress relaxation curves for Grade 91 steel", Journal of Mechanical Science and Technology, 2018 Publication	1 %
16	www.fp7-matisse.eu Internet Source	1 %
17	Yatindra Kumar, S. Venugopal, G. Sasikala, P.K. Parida, A. Moitra. "Study of Creep Crack Growth Behaviour of a type 316(N) Stainless Steel Weld and its Mechanism", Materials Science and Engineering: A, 2018 Publication	1 %
18	ocean.kisti.re.kr Internet Source	1 %
19	www.neliti.com Internet Source	<1 %
20	www.jisikworld.com	

<1 %

21

V. Ganesan, M.D. Mathew, P. Parameswaran, K. Laha. "Effect of Nitrogen on Evolution of Dislocation Substructure in 316LN SS During Creep", Procedia Engineering, 2013

Publication

<1 %

22

repository.its.ac.id

Internet Source

<1 %

23

M.D. Mathew, K. Laha, R. Sandhya. "Creep and Low Cycle Fatigue Behaviour of Fast Reactor Structural Materials", Procedia Engineering, 2013

Publication

<1 %

24

Linghua Luo, Yuhui Huang, Fu-Zhen Xuan. "Deflection behaviour of corrosion crack growth in the heat affected zone of CrNiMoV steel welded joint", Corrosion Science, 2017

Publication

<1 %

25

C. Praveen, J. Christopher, V. Ganesan, G.V. Prasad Reddy, Shaju K. Albert. "Influence of varying nitrogen on creep deformation behaviour of 316LN austenitic stainless steel in the framework of the state-variable approach", Materials Science and Engineering: A, 2020

Publication

<1 %

26

vig.pearsoned.com

Internet Source

<1 %

27

repository.unikom.ac.id

Internet Source

<1 %

28

Andrews, B.J., and G.P. Potirniche.
"Constitutive creep–fatigue crack growth
methodology in two steels using a strip yield
model", Engineering Fracture Mechanics, 2015.

Publication

<1 %

29

wisataterbaik.com

Internet Source

<1 %

30

H.S. Ma, G.Z. Wang, S. Liu, S.T. Tu, F.Z. Xuan.
"In-plane and out-of-plane unified constraint-
dependent creep crack growth rate of 316H
steel", Engineering Fracture Mechanics, 2016

Publication

<1 %

31

Saber Khayatzadeh, David W.J. Tanner,
Christopher E. Truman, Peter E.J. Flewitt, David
J. Smith. "Influence of thermal ageing on the
creep behaviour of a P92 martensitic steel",
Materials Science and Engineering: A, 2017

Publication

<1 %

32

"Superalloys 2016", Wiley, 2016

Publication

<1 %

Exclude quotes Off

Exclude matches Off

Exclude bibliography Off