بررسی تجربی ساختار لولههای فولادی گرید B تولید شده به روش جوشکاری مقاومت الکتریکی (ERW)

محمود مندنی زاده^۱ ، علی حیدری مقدم^{۲و*}

^۱ دانشجوی کارشناسی ارشد مهندسی مکانیک ساخت و تولید، واحد دزفول، دانشگاه آزاد اسلامی، دزفول، ایران. ^۲استادیار، عضو هیات علمی گروه مهندسی مواد و متالورژی، واحد دزفول، دانشگاه آزاد اسلامی، دزفول، ایران

دریافت: زمستان ۹۵ پذیرش: بهار ۹۶

چکیدہ

* عهدهدار مكاتبات: alheidarym@yahoo.com

واژههای کلیدی: جوشکاری مقاومت الکتریکی فرکانس بالا، عملیات حرارتی پس از جوشکاری، متالوگرافی، ریز ساختار.

۱– مقدمه

جوشكارى تماسى فركانس بالا يك نوع جوشكارى مقاومت الکتریکی(ERW) برای تولید لوله می باشد که در سال ۱۹۶۰ معرفی شد. در این فرآیند اتصال بصورت جامد، شامل فورج و حرارت دهی همزمان است. در مرحله اول از تولید، ورق به صورت کویل (صفحهای به شکل استوانه) شکل گرفته، لبهها به هم متصل شده، سپس با هم در یک قالب Vee شکل به صورت گرد در می آید [۱،۲]. دو لبه مجاور ورق فولادی از طریق نورد گرم در حین عبور خود از بین سیم پیچ القایی گرم و لبههای ورق به وسیله غلتکهای جوش به یکدیگر فشرده شده و به هم جوش داده می شوند (شکل ۱) [۳]. این فرآیند با توجه به مزایای بیش از حد و جذاب آن مانند راندمان بالا، عدم نیاز به مواد مصرفی، منطقه جوش باریکتر و ارزانتر بودن این روش نسبت به دیگر روشهای جوشکاری برای تولید لوله مورد توجه تولیدکنندگان لوله قرار دارد[۲]. اختلال در ساختار فولاد، پس از عمل اتصال لبهها، به سرعت توسط یک یا چند عمليات حرارتي القايى با هدف بازسازى خواص تخريب شده توسط عملیات جوشکاری انجام میشود[۴]. هدف از نرمالیزاسیون، جایگزینی ساختار درشت در ارتباط با عملیات جوشکاری با دانه آستنیت کوچکتر و فاز فریتی خوب، همگن کردن کربن در محل اتصال جوش و تولید ریز ساختار نهایی برای جوش بهینه معین شده است[۵].

بنابراین پارامترهای عملیات حرارتی، اثر قابل توجهی بر ساختار متالوگرافی و خواص مکانیکی می گذارد. با انتخاب دقیق پارامترهای عملیات حرارتی و دستیابی به یک میدان دمایی مناسب، به کیفیت جوش و مصرف بهینه انرژی کمک میکند[۶].

پی. یان و همکارانش[۱] در مورد فولاد گرید X65 به این نتیجه رسـیدند که پس از جوشکاری، تفاوت قابـل تـوجهی در سـاختار میکروسـکوپی در مناطق مختلف جوش مشاهده گردید.

در منطقه متأثر از مکانیکی حرارتی (TMAZ)، دانههای فریت در امتداد جهت جریان فلز میباشد و مقدار قابل توجهی از A / M(مخلوطی از مارتنزیت و آستنیت) بر روی آهنگی از جریان فلز مشاهده شد. در تسمتی از منطقه متاثر از حرارت (HAZ) نزدیک به TMAZ. دانهبندیها به طور کلی هم محور و مخلوطی از فریت با مقدار کمی از سمنتیت است. از سوی دیگر، ساختار منطقهی HAZ

مجاور به خط اتصال شامل فریت بینیت با برخی از ترکیبات A / M است. رسوبات درشت دانه پس از PWHT از بین رفتهاند و تعداد رسوب کوچک (۲۰ نانومتر به ۳۰ نانومتر در قطر) به طور قابل توجهی در مقایسه منطقه جوش داده شده افزایش یافته است[1].

پی. سی. چانگ و همکارانش [۷] چگالی نابجایی در فولاد گرید X65



شکل۱: تصویر شماتیک از فر آیند تولید لولههای فولادی ERW [۳].

به طور قابل توجهی پس از فرآیند نرمالیزاسیون کاهش یافته است. علاوه بر این، مارتنزیت نوع لایهای در فولاد به دانه فریت با مقدار کمی X65 پس از نرمالیزاسیون ۱/۳برابر بیشتر شده است که علت آن را میتوان چگالی نابجایی بالاتر و تغییر شکل ساختار که به افزایش بازیابی و رشد نمونه بدون نرمالیزه طیف کربن زدایی به وضوح دیده شد. بنابراین ۵ نمونه با قطر ۶ میلیمتر و به طول ۳۰ میلیمتر انتخاب شد. در شرایط آزمایشگاهی ۵ نمونه با سرعتهای متفاوتی که در جدول ۱ آمده است در کوره شبیهسازی شده عملیات حرارتی شدند. محدوده کربنزدایی در نشان داد که نمونه ۴ و ۵ دارای دانههای ظریف و نمونه ۲ و۳ دارای نشان داد که نمونه ۴ و ۵ دارای دانههای ظریف و نمونه ۲ و۳ دارای ساختار نمونههای ۴ و ۵ دارای دانههای اتر ۳ قابل تشخیص شکست نمونههای ۴ و ۵ نسبت به نمونههای ۱تا ۳ قابل تشخیص شکست نمونههای ۴ و ۵ نسبت به نمونههای ۱تا ۳ قابل تشخیص

ليات حرار تي[٨].	یاب شدہ برای عما	عت لولههای انتخ	جدول۱: سر:
------------------	------------------	-----------------	------------

	(m/min) = -	کل زمان عملیات			
تمونهها	سرعت(۱۱۱۱۱/۱۱۱۱)	حرارتی(min)			
(نمونه استاندارد) ۱	•/٢۶	170/.			
٢	• / Y V	17.14			
٣	•/۲٨	118/1			
۴	•/۲۴	180/4			
۵	•/۲۵	١٣•/•			

۲- نرمالیزاسیون

برای جوشکاری مقاومت الکتریکی از عملیات حرارتی نرماله استفاده می شود. در این نوع عملیات حرارتی میکروساختار همانند آنیل کردن شامل پرلیت، مخلوطی از پرلیت و فریت و یا مخلوطی از پرلیت و سمنتیت (بستگی به ترکیب شیمیایی فولاد) است. حرارت دادن فولاد در درجه حرارت کمی بالاتر از خط A_{C3} (حدود ۵۰درجه سانتی گراد بالاتر)، نگهداشتن در آن دما تا زمانی که ساختار آن به آستنیت تبدیل شود و سپس سرد کردن در خارج از کوره یعنی در هوای تقریباً ساکن تا به درجه حرارت معمولی برسد. نرمالیزه کردن به منظور تعدیل ناهمواریها و تنشهای داخلی به کار می رود. پس از نرمالیزه کردن، ساختار دانهای ریز و یکنواخت با خواص معین خوبی پدید می آید[۱–۹].

۳- مواد و روش تحقیق

ورق تهیه شده از جنس API 5L GR.B برای تولید لولهای با ضخامت ۴٬۴۰ میلیمتر، طول ۱۲ متر و قطر ۱۶۸٬۳ میلیمتر (۶ اینچ) مورد استفاده قرار گرفت. ترکیب شیمیایی ورق اولیه در جدول۲ ارایه

شده است. ابتدا یک نمونه هنگامی که کوره خاموش میباشد و هیچگونه نرمالیزاسیون روی لوله انجام نشده است تهیه گردید و سپس ۶ نمونه مطابق با سرعتهای خط تولید ارائه شده در جدول ۳ ساخته شد. از یک کوره القایی با محدوده حرارتدهی ۹۰۰–۸۵۰ درجه سانتی گراد و متمرکز بر روی ناحیه جوش جهت انجام عملیات حرارتی لولهها استفاده گردید. نمونههایی از ناحیه جوش داده شده در لولهها،

جهت انجام آزمون متالوگرافی و SEM مطابق شکل ۲ تهیه شد.

جدول ٦: تر ديب سيميا يې قتر پايه											
ХC	′′.Mn	ΖSi	ХP	ΧS	ΆAl	%V	ΧNb	ΖTi	%Сr	ΧМо	%Ni
•,171	٠٫٧٩٧	۰,۱۵۵	۰,۰ ۹	•,••۶	•,• ٣٢	•,••٣	•,••)	•,••١	•,• ١	•,••١	•,• 78

مدول ۲: ترکیب شیمیایی فلز پایه

جدول ۳: شماره گذاری نمونهها بر اساس سرعت خط تولید

شماره نمونه	سرعت خط توليد (متر بر دقيقه)
١	نمونه نرماليزه نشده
٢	11
٣	١٢
۴	١٣
۵	١٣.٧
۶	14.0
٧	18



شکل۲: نمونه های متالوگرافی آماده شده از واحد تراشکاری جهت انجام متالوگرافی

پس از عملیات سنباده زنی، نمونهها در محلول نایتال ۵ درصد اچ شده و با مشاهده زیر میکروسکوپ نـوری و الکترونـی، تحـت آزمـون و بررسـی قـرار گرفت.

۴- نتایج و بحث

تصاویر متالوگرافی با بزرگنمایی یکسان(۱۰۰ برابر) در اشکال ۳ و ۴، شامل فلز پایه و نواحی جوش و منطقه متأثر از حرارت است. شکل ۳ علاوه بر ساختار فلز پایه، تصاویر متالوگرافی نمونه یی یک تا سه و مابقی تصاویر متالوگرافی نمونه ها در شکل ۴ آمده است. فلز پایه در شکل ۳ دارای ساختاری فریتی و پرلیتی است. ساختار جوش نمونه ی شماره ۱ که نرمالیزاسیون پس از اتصال لبه ها به هم و ایجاد جوش انجام نگردید گواه بر متفاوت بودن با ساختار فلز پایه می باشد این نمونه دارای ساختاری پرلیتی و فریت سوزنی یا ویدمن اشتاین است و منطقه متأثر از حرارت در نمونه ۱ با دانه بندی بسیار ریز مشاهده گردید. در نمونه یا از نمونه ۵ ریزدانه تر است.

۲، که با سرعت ۱۱ متر بر دقیقه تولید گردید علاوه بر اینکه منطقه ی جوش ریز دانه است دارای منطقه متأثر از حرارت نیز می باشد. همان طور که در شکل ۴ مشاهده می کنید در نمونههای ۴ و ۵ که با سرعتهای ۱۳ و ۱۳/۷ متر بر دقیقه تولید گردید نتایچ قابل توجهی در بررسیهای متالوگرافی نمونهها دریافت شد بر خلاف مابقی نمونه ۱۰ منطقه متأثر از حرارت نیز مشاهده گردید. همچنین در نمونه ۴ منطقه متأثر از حرارت نیز مشاهده گردید و ساختار منطقه جوش نمونه تصاویر متالوگرافی نمونههای ۳، ۶ و ۷ که در اشکال ۳ و ۴ آمده است پس از نرمالیزاسیون هیچ گونه مناطق متأثر از حرارت و متأثر از مکانیکی حرارتی مشاهده نشد. اما به نظر می رسد ساختار جوش نمونهی ۳ریزدانه تر است. اشکال ۵ و ۶ تصاویر SEM فلز پایه و ناحیه جوش در بزرگنمایی یکسان ساختار جوش آن پرلیت و فریت سوزنی است. ساختار تمامی نمونههای ساختار جوش آن پرلیت و فریت سوزنی است. ساختار تمامی نمونههای نرمالیزه شده در اشکال ۵ و ۶ مشابه فلز پایه، فریت و پرلیت است.



شکل ۳: تصاویر متالوگرافی از فلز پایه و نمونههای ۱، ۲ و ۳



شکل۴: تصاویر متالوگرافی از نمونههای ۴، ۵، ۶ و ۷



شکل ۵: تصاویر SEM نمونههای ۱، ۲و ۳



شکل ۶: تصاویر SEM نمونههای ۴، ۵، ۶ و ۷

[4] Yan Pei, 2011, High Frequency Induction Welding & Post-Welding Heat Treatment of Steel Pipe, A dissertation submitted for the degree of Doctor of Philosophy. 179 (2006) 225–230.

[5] E. Treiss. Induction Annealing of welds in the fabrication of high-frequency induction welded steel line pipes. 3R

همانطور که در شکل ۶ مشاهده می کنید در نمونههای ۴ و ۵ منطقه متأثر از مکانیکی حرارتی همانند آزمون متالو گرافی قابل مشاهده می باشد اما نکته قابل توجه در نمونه ۷ است که در بزر گنمایی ۵۰۰۰ در ناحیه جوش به طور ضعیف مشاهده شد؛ منطقه متأثر از مکانیکی حرارتی است که این امر با نتایج متالو گرافی مربوط به این نمونه متمایز است. International, 20(11):627-630, 1981.

[6] Yi Han, Enlin Yu, Hongliang Zhang, Daochen Huang, Numerical analysis on the medium- frequency induction heat treatment of welded pipe, Applied Thermal Engineering, 51 (2013) 212e217.

[7] P.C. Chung, Yoonjin Ham, Sanghoon Kim, Jeongh Lim, Changhee Lee, Effects of post-weld heat treatment cycles on microstructure and mechanical properties of electric resistance welded pipe welds, Materials and Design, 34 (2012) 685–690.

[8] M. C o⁻⁻ l, M. Yılmaz, The determination of heat treatment parameters of X52 microalloyed steel after high frequency induction welding, Materials and Design, 27 (2006) 507–512.

[۹] توسیرکانی- حسین-چاپ سوم- تابستان ۱۳۸۲- ویرایش دوم- اصول علم مواد(ساختار، خواص و مهندسی مواد)- مرکز نشر دانشگاه صنعتی اصفهان.

[۱۰] دکتر گلعداز- محمدعلی- پاییز۱۳۸۸- اصول و کاربرد عملیات حرارتی فولادها- دانشگاه صنعتی اصفهان مرکز نشر.

۵– نتیجه گیری

در این تحقیق، نرمالیزه کردن لولههای فولادی گرید B تولید شده به روش جوشکاری مقاومت الکتریکی فرکانس بالا مورد مطالعه قرار گرفته است.

هفت لوله که یکی از آنها نرمالیزه نشده و مابقی در سرعتهای مختلف نرمالیزه شده، تولید و از آنها برای آزمونهای متالوگرافی و SEM نمونهبرداری گردید. نتایج نشان داد ریزساختار فلز پایه شامل دانههای هم محور پرلیت و فریت و ریزساختار ناحیه جوش قبل از نرمالیزاسیون پرلیت و فریت سوزنی میباشد. در نمونههای ۴ و ۵ منطقه متأثر از مکانیکی حرارتی دیده شد در حالی که در مابقی نمونهها چنین حالتی دیده نشد با مشاهده تصاویر SEM به نکته قابل توجهی رسیدیم که در تصاویر متالوگرافی دیده نشد در نمونه ۷ که با سرعت ۱۶ متر بر دقیقه تولید شد منطقه متأثر از مکانیکی حرارتی دیده شد در حالی که در سرعت ۱۲ متر بر دقیقه تولید شده است شرایط مناسبتری دارد زیرا دارای ساختاری مشابه با ساختار فلز پایه (فریت و پرلیت هم محور) بوده است.

۶- مراجع

[1] Ö.E.GÜNgÖr, P.Yan, P. Thibaux, M. Liebeherr, H. k.D.H.Bhadeshia, D. Quidort, Investigations into the microstructure- toughness relation in high frequency induction welded pipes, IPC 2010, 31372.

[2] P. Yan. "O. E. G"ung"or, P. Thibaux, M. Liebeherr, H.
K. D. H. Bhadeshia, Tackling the Toughness of Steel Pipes Produced by High Frequency Induction Welding and Heat–Treatment, Materials Science and Engineering A 528 (2011) 8492–8499

[3] Khalid Ali Babakri, Improvements in flattening test performance in high frequency induction welded steel pipe mill, Journal of Materials Processing Technology, 210 (2010) 2171–2177.