



Effect of diffusion bonding temperature on microstructure properties of Zr/Ti interlayer in the diffusion bonded joints of Zr702 to A516 steel

A. Pourjafar¹, R. Dehmolaeei^{1,2}, S.R. Alavi Zaree¹, Kh. Ranjbar¹, M. Tavakoli Shoushtari¹

1- Department of Materials Science & Engineering, Faculty of Engineering, Shahid Chamran University of Ahvaz, Ahvaz, Iran.

2- Steel Research Center, Shahid Chamran University of Ahvaz, Khuzestan Oxin Steel Co.

Received 10 June 2022 ; Accepted 11 October 2022

Abstract

In this study, the effect of temperature on the microstructure and reactive layer at the interface between the Ti interlayer and the base metal related to the diffusion bonding of Zr702 to A516 low alloy steel was investigated. The joining was done using the spark plasma sintering technique at temperatures of 900, 950 and 1000°C for 30 minutes. Field Emission Scanning Electron Microscope (FESEM) equipped with EDS analysis was used to investigate the microstructure of the interfaces in various joints. Investigations showed that at all temperatures, with the diffusion of atoms and the formation of a reactive layer between the Ti interlayer and Zr702, no intermetallic phases, cracks, porosity and discontinuities were formed at their interfaces. Three solid solution phases are detected in the bonding interface: $(\alpha + \beta)_{(Zr,Ti)}$, $\alpha_{(Ti,Zr)}$ and $\beta_{(Ti,Zr)}$. It was found that increasing the bonding temperature did not cause the formation of new phases and compounds in the interface and only increased the thickness of the reaction layer. The measurement of the thickness of the reactive layer showed that the maximum and minimum amounts of diffusion were 84 microns at 1000 °C and 64 microns at 900 °C respectively.

Keywords: Diffusion bonding; Interlayer, Interface, reaction layer, Zr702, SPDB Technique.

 Corresponding Author: dehmolaeei@scu.ac.ir



تأثیر دما بر ریزساختار و لایه واکنشی فصل مشترک Zr/Ti در اتصال نفوذی A516 به فولاد Zr702

علی پور جعفر¹, رضاده ملامی^{1*}, سید رضا علوی زارع¹, خلیل رنجبر¹, محمدرضا توکلی شوشتاری¹

۱- گروه مهندسی مواد، دانشکده مهندسی، دانشگاه شهید چمران اهواز، اهواز، ایران

۲- مرکز تحقیقات فولاد، دانشگاه شهید چمران اهواز، شرکت فولاد اکسین خوزستان

دریافت مقاله: ۱۴۰۱/۰۳/۲۰؛ پذیرش مقاله: ۱۴۰۱/۰۷/۱۹

چکیده

در این پژوهش تأثیر دما بر ریزساختار و لایه واکنشی در فصل مشترک لایه میانی Ti و فلز پایه مربوط به اتصال نفوذی آلیاژ زیرکونیوم 702 به فولاد کم آلیاژ A516 بررسی شد. اتصال با استفاده از تکنیک اتصال نفوذی پلاسمای جرقه‌زن در دمای ۹۰۰، ۹۵۰ و ۱۰۰۰ درجه سانتی‌گراد و مدت زمان ۳۰ دقیقه انجام گردید. به منظور بررسی ریزساختار فصل مشترک اتصال از میکروسکوپ نوری و الکترونی رویشی گسیل میدانی (FESEM) مجهر به آنالیز EDS استفاده شد. بررسی‌های میکروسکوپی نشان داد که در همه دمایها با وجود نفوذ متقابل اتم‌ها و تشکیل لایه واکنشی مناسب بین لایه میانی تیتانیوم و فلز پایه زیرکونیوم، هیچ‌گونه فاز بین‌فلزی، ترک، حفره و نایپوستگی در فصل مشترک آن‌ها تشکیل نگردیده است. در فصل مشترک اتصال سه فاز محلول جامد $\alpha_{(Zr,Ti)}$ و $\beta_{(Zr,Ti)}$ و $\alpha_{(Ti,Zr)} + \beta_{(Ti,Zr)}$ شناسایی شدند. مشخص گردید که با افزایش دمای اتصال، فازها و ترکیبات جدید در فصل مشترک تشکیل نگردیده ولی ضخامت لایه واکنشی افزایش یافته است. اندازه‌گیری ضخامت لایه واکنشی نشان داد که بیشترین میزان نفوذ معادل ۸۴ میکرون در دمای ۱۰۰۰°C و کمترین میزان نفوذ معادل ۶۴ میکرون در دمای ۹۰۰°C صورت گرفته است.

کلمات کلیدی: اتصال نفوذی، لایه میانی، فصل مشترک، لایه واکنشی Zr702، تکنیک SPDB.

* نویسنده مسئول، پست الکترونیکی: dehmolaei@scu.ac.ir

خوردگی حفره‌ای و خوردگی شیاری مشخص می‌شود. این آلیاژ یکی از محبوب‌ترین مواد سازه‌ای است که با خواصی نظری مقاومت عالی در برابر خوردگی، خواص مکانیکی عالی و قابلیت تراشکاری خوب به‌طور گسترده‌ای در زمینه‌های انرژی

۱- مقدمه
زیرکونیوم 702 حالت تجاری زیرکونیوم است که با عنوان زیرکونیوم خالص تجاری یا غیرآلیاژی نیز شناخته می‌شود و با این‌می در برابر ترکخوردگی تنشی و مقاومت زیاد در برابر

ماشین‌آلات معدنی و ریلی و سازه‌های صنعتی استفاده می‌شود [10]. ریزساختار فولادهای استحکام بالای کم‌آلیاژ براساس عملیات حرارتی و روش تولید آنها، شامل فریت، پرلیت، مقدار اندکی کاربیدهای کربونیتریدهای و نیتریدهای است [11]. برای استفاده از خواص مناسب آلیاژهای مختلف اتصال آنها در بسیاری از موارد ضروری است. جوشکاری یکی از روش‌های مناسب و پرکاربرد برای اتصالات غیرمشابه است. بررسی‌ها نشان داده است که در خیلی از موارد به دلیل تفاوت زیاد خواص دو آلیاژ غیرمشابه، جوشکاری ذوبی آنها با مشکلات فراوانی روپرور است. لذا به نظر می‌رسد که روش‌های جوشکاری حالت جامد نظیر جوشکاری نفوذی می‌تواند فرایند مناسبی جهت اتصالات غیرمشابه در چنین شرایطی باشد [12-15]. در بسیاری از موارد به دلیل تفاوت زیاد خواص فیزیکی، مکانیکی و ترکیب شیمیایی مواد مختلف، اتصال آنها در حالت جامد نظیر اتصالات نفوذی نیز با چالش‌های بسیاری روپرور خواهد بود. در اتصالات نفوذی بهویژه در حالت غیرمشابه استفاده از لایه میانی مناسب (نکی و یا چندتایی) و کنترل پارامترهای فرایند نظیر دما، زمان و فشار اتصال دارای نقش تعیین کننده‌ای است [16-18]. در این بین لایه میانی دارای نقش بسیار اساسی است و استفاده از آن موجب افزایش سطح تماس موثر، کاهش تنش‌های پسماند و ممانعت از تشکیل ترکیبات بین‌فلزی نامطلوب در فصل مشترک اتصال می‌شود [19-21]. اتصال نفوذی شدیداً تبع دما است و با افزایش دما، عمق نفوذ اتمها و ضخامت لایه واکنش افزایش می‌یابد [22-23]. با این وجود، افزایش دما در اتصالات نفوذی علاوه بر تشدید تنش‌های حرارتی در فصل مشترک و کاهش خواص اتصال، در بسیاری از موارد باعث تشویق تشکیل فازها و ترکیبات بین‌فلزی مضر می‌گردد [24-25]. از طرفی کافی نبودن دمای اتصال باعث نفوذ ناکافی و عدم تشکیل لایه واکنشی مناسب می‌گردد [26]. از این‌رو کنترل و انتخاب صحیح درجه حرارت اتصال در فرایند نفوذی از اهمیت ویژه برخوردار است. در این پژوهش اتصال نفوذی دو آلیاژ Zr702 و فولاد A516 با تکنیک اتصال نفوذی پلاسمای جرقهای

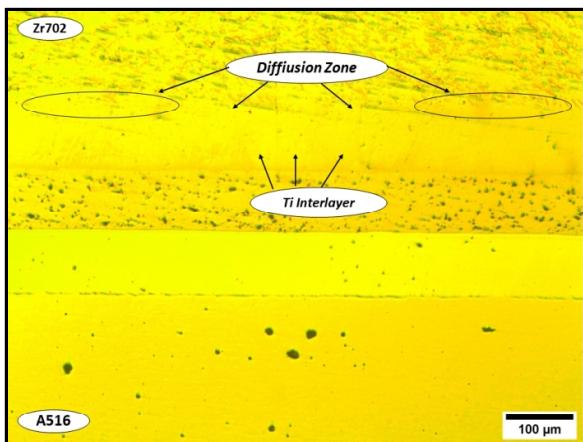
هسته‌ای، پتروشیمی، پزشکی و سازه‌های مورد استفاده در محیط‌های با خوردگی بسیار شدید مانند برج‌های راکتورها، مبدل‌های حرارتی، پخارسازها، پمپ‌ها، سیستم‌های لوله‌کشی، شیرآلات و همزن‌ها مورداستفاده قرار می‌گیرد [3-6]. ریزساختار زیرکونیوم 702 در دمای اتاق از دانه‌های هم‌محور با اندازه دانه متفاوت و ذرات فاز دوم پراکنده در داخل دانه‌ها و در امتداد مرز دانه‌ها تشکیل شده است [4]. زیرکونیوم خالص در دمای اتاق دارای ریزساختار HCP یا α -Zr است و در دمای $^{\circ}\text{C}$ 865 ریزساختار حاوی α -Zr(HCP) تبدیل به β -Zr با ساختار BCC می‌شود [5]. حضور مقدار اندکی نتوبیوم می‌تواند موجب پایداری فاز β در دمای اتاق و ثبت ریزساختار دو فازی ($\alpha+\beta$) شود که دما، زمان و نرخ سرمایش نیز بر میزان پایداری فاز β مؤثر است [6]. جوشکاری آلیاژهای زیرکونیوم، با وجود جوش پذیری خوب، با مشکلاتی همراه است. در روش جوشکاری قوس تنگستن تحت حفاظت گاز خشی فازهای ترد و شکننده به دلیل واکنش بین زیرکونیوم و عناصر هیدروژن، اکسیژن و نیتروژن ایجاد می‌شوند که می‌تواند خواص پلاستیسیته و استحکام اتصال حاصل را بهشدت ضعیف کند [7-8]. علاوه بر این، دانه‌های منطقه ذوب و منطقه تحت تأثیر گرما، به دلیل هدایت حرارتی ضعیف آلیاژ زیرکونیوم، درشت می‌شوند که می‌تواند باعث آسیب به عملکرد ناحیه اتصال گردد [2]. بررسی‌ها نشان داده است که احتمال پیچش در جوشکاری قطعات آلیاژهای زیرکونیوم سه برابر فولادها بوده و عیوبی نظیر تشکیل حفره و احتمال آلوگی فلز‌جوش با اکسیژن، نیتروژن و هیدروژن از عیوب مطرح در جوشکاری این قطعات است [9].

فولادهای استحکام بالای کم‌آلیاژ یا فولادهای کم‌آلیاژ با هدف دستیابی به خواص مکانیکی و مقاومت به خوردگی بهتر تولید می‌شوند. این فولادها جوش‌پذیری، شکل‌پذیری، استحکام، انعطاف‌پذیری و مقاومت به خوردگی اتمسفری مناسبی نسبت به فولادهای معمولی را از خود نشان می‌دهند. از این فولادها بهطور گسترده در لوله‌های انتقال نفت و گاز، ماشین‌های ساخت و شکل‌دهی، تجهیزات صنعتی، مخازن ذخیره،

فصل مشترک زیرکونیوم 702 با لایه میانی تیتانیوم در دماهای مختلف اتصال با استفاده از میکروسکوپ نوری مورد مطالعه و بررسی قرار گرفت. بررسی‌های ریزاساختاری بیشتر و آنالیز فازها با استفاده از میکروسکوپ الکترونی و FESEM مجهر به سیستم آنالیز EDS انجام گردید. همچنین تصاویر میکروسکوپ الکترونی با استفاده از نرم‌افزار اندازه‌گیری مقیاس Digimizer بررسی شد و عمق نفوذ اتمها و ضخامت لایه‌های واکنشی در شرایط مختلف اتصال اندازه‌گیری گردید.

3- نتایج و بحث

شکل (1) تصویر میکروسکوپ نوری از فصل مشترک اتصال در دمای 1000°C و زمان 30 دقیقه را نشان می‌دهد. شکل به وضوح نشان می‌دهد که نفوذ به خوبی انجام شده است و در سرتاسر فصل مشترک Zr/Ti هیچگونه ترک، حفره و ناپیوستگی وجود ندارد. در اثر نفوذ متقابل اتم‌های Zr و Ti در یکدیگر وجود ندارد. در میزان نفوذ آن‌ها، نواحی واکنشی مختلفی در فصل مشترک تشکیل شده است.



شکل 1- تصویر میکروسکوپ نوری فصل مشترک اتصال در دمای 1000°C و زمان 30 دقیقه

دیاگرام فازی Zr-Ti [31] نشان می‌دهد که عناصر Zr و Ti دارای حلایت خوبی در یکدیگر در تمامی دماها هستند و ضمن تشكیل محلول جامد، هیچگونه ترکیبات بین‌فلزی و فازهای میانی در فصل مشترک آن‌ها تشکیل نمی‌شود. عدم تشکیل ترکیبات بین‌فلزی و ناپیوستگی در فصل مشترک می‌تواند به دلیل

(SPDB) در دماهای مختلف و با استفاده از لایه میانی تیتانیوم انجام گردید. فصل مشترک اتصال بین لایه میانی و فلز پایه Zr702 در دماهای مختلف با استفاده از میکروسکوپ‌های نوری و الکترونی رویشی مورد بررسی و تجزیه و تحلیل قرار گرفت.

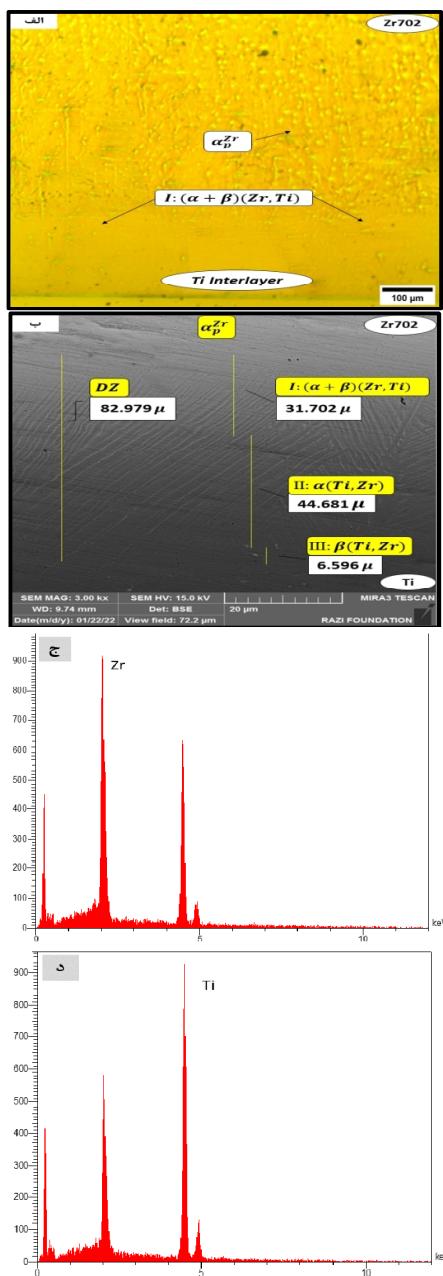
2- روش تحقیق

در این پژوهش از آلیاژ زیرکونیوم 702 و فولاد A516 با مقطع دایره‌ای با قطر 23/5 میلی‌متر و به ترتیب با ضخامت‌های 2/8 و 3/1 میلی‌متر به عنوان فلز پایه استفاده گردید. جدول (1) ترکیب شیمیایی فلزات پایه استفاده شده را نشان می‌دهد. از فویل تیتانیوم با خلوص 99/8 درصد و ضخامت $100\text{ }\mu\text{m}$ و هم‌قطر با مواد پایه به عنوان لایه میانی استفاده شد. فلزات پایه و لایه میانی تیتانیوم تا سنباده‌زنی شدند و توسط نمد مخصوص و با استفاده از پودر آلمینی 0/05 میکرون پولیش گردیدند. سپس سطوح نمونه‌ها با استون کاملاً تمیز و خشک گردید. برای انجام جوشکاری از روش اتصال نفوذی پلاسمای جرقه‌ای (SPDB) استفاده شد. بدین منظور فلزات پایه و لایه میانی به ترتیب Zr702/Ti/A516 با دقت زوی‌هم قرار گرفته و در دستگاه SPS قرار داده شدند. اتصال نمونه‌ها در دماهای 950°C , 900°C , 1000°C و زمان 30 دقیقه، تحت خلا 5×10^{-2} میلی‌بار انجام گردید.

روش SPDB روشی مبتنی بر تکنیک زیتر کردن پلاسمای جرقه‌ای (SPS) است که باعث افزایش نفوذ اتم‌ها و بهبود شرایط تغییر شکل پلاستیک می‌شود. برتری اصلی این روش حرارت‌دهی با نرخ بالا در فصل مشترک اتصال است که آن را نسبت به روش‌های پیشین بر جسته می‌کند [27]. از مزایای این روش می‌توان به کاهش زمان اتصال نسبت به سایر روش‌ها، نرخ حرارت‌دهی بالاتر، سهولت استفاده، حرارت موضعی بالا در محل اتصال نمونه‌ها و عدم اکسایش سطح نمونه‌ها به علت استفاده از محیط خنثی یا خلا اشاره نمود [28]. بهمنظور متالوگرافی و مطالعات ریزاساختاری، نمونه‌های مناسبی از سطح مقطع اتصالات با واپرکات آماده گردید. سطح مقطع نمونه‌ها با استفاده از سنباده 120 تا 5000 سنباده‌زنی شدند، سپس با نمد مخصوص و پودر آلمینی 0/05 میکرون پولیش گردیدند.

جدول ۱- ترکیب شیمیایی آپیاز زیرکونیوم ۷۰۲ و فولاد کم آپیاز A516 (wt %) [35-36]

Alloy	Zr+Hf (Min)	Hf (Max)	C	Nb	Fe	Cr/Ni/Cu	Fe+Cr Max	Mn	O (Max)	Si	P/S/Ti
Zr702	۹۹/۲	۴/۵	-	-	-	-	۰/۲	-	۰/۱۶	-	-
A516	-	-	۰/۱ - ۰/۲۲	۰/۰۱	Base	۰/۳	-	۱ - ۱/۷	-	۰/۶	۰/۰۳



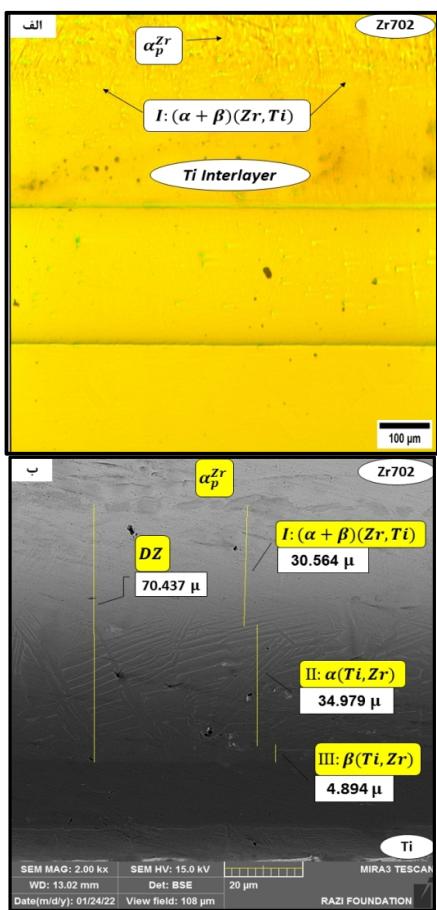
شکل ۲- تصاویر میکروسکوپی از فصل مشترک اتصال Zr702/Ti در دمای ۱۰۰۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه α- میکروسکوب نوری ب-

ج- آنالیز EDS ناحیه اتصال نفوذی Zr/Ti در سمت فلزپایه Zr

د- آنالیز EDS ناحیه اتصال نفوذی Zr/Ti در سمت فلزپایه Ti

تشکیل محلول جامد و میزان انحلال پذیری خوب آنها در نسبت‌های مختلف باشد [35-36]. در شکل (۱) لایه‌هایی Ti و فلزپایه Zr702 مشخص شده‌اند و ناحیه نفوذی به صورت یک لایه واکنشی روشن‌تر از زمینه آشکار است.

تصاویر میکروسکوپی از فصل مشترک اتصال Zr702/Ti در دمای ۱۰۰۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه در شکل (۲) نشان داده شده است. شکل نشان می‌دهد که ناحیه نفوذی یا همان لایه واکنشی در فصل مشترک زیرکونیوم ۷۰۲ و Ti به خوبی تشکیل شده است. همچنین از شکل تفاوت در میزان نفوذ متقابل اتم‌های زیرکونیوم و تیتانیوم به دلیل اختلاف درسرعت نفوذ آنها و افزایش ضخامت لایه واکنشی در طرف زیرکونیوم به‌وضوح مشاهده می‌شود. تحقیقات پژوهشگران مختلف نیز نشان داده است که اتم‌های Ti با سرعت بیشتری به سمت Zr نفوذ می‌کند [32-34]. فصل مشترک اتصال با چهار ناحیه در تصویر ۲- ب مشخص شده است (ناحیه I شامل دو بخش است که به صورت مشترک نشان داده شده است). بر اساس نتایج آنالیز EDS، سه ناحیه با ترکیب محلول جامد Zr در Ti و Ti در Zr آشکار است؛ در سمت زیرکونیوم ۷۰۲ ناحیه $\alpha + \beta$ _(Zr,Ti) و در سمت تیتانیوم نیز دو ناحیه $\alpha_{(Ti,Zr)}$ و $\beta_{(Ti,Zr)}$ مشاهده می‌شوند. در واقع ناحیه $\alpha + \beta$ _(Zr,Ti) ناشی از تشکیل محلول جامد $\alpha_{(Zr,Ti)}$ و $\beta_{(Zr,Ti)}$ در اثر نفوذ عنصر تیتانیوم از لایه میانی به فلزپایه زیرکونیم است. فاز α^{Zr} در فلزپایه Zr702 در هنگام سرد شدن و تغییر آلوتربوپیک $\beta_{Zr} \rightarrow \alpha_{Zr}$ در مرزدانه‌های β_{Zr} جوانزنی کرده و تا دمای اتفاق پایدار می‌ماند [32-36]. نتایج آنالیز EDS انجام‌شده نشان داد که ترکیب نواحی ذکر شده در این شرایط (دمای ۱۰۰۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه) به ترتیب $\alpha_{(Zr,Ti)}[\% 56.3\text{Ti}, \% 42.6\text{Zr}]$ ، $\beta_{(Zr,Ti)}[\% 78.4\text{Zr}, \% 21.1\text{Ti}]$ و $\alpha_{(Ti,Zr)}[\% 72.1\text{Ti}, \% 23.8\text{Zr}]$ و $\beta_{(Ti,Zr)}[\% 85.1\text{Ti}, \% 9.8\text{Zr}]$ می‌باشد. ناحیه یک (I) در مجاورت Zr702 به صورت یک ناحیه دوفازی



شکل ۳- تصاویر میکروسکوپی از فصل مشترک اتصال Zr702/Ti

در دمای ۹۵۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه

الف - میکروسکوپ نوری ب - FESEM

در شکل (۵) نتایج آنالیز خطی EDS فصل مشترک در دماهای مختلف نشان داده شده است. از شکل مشاهده می‌شود که نفوذ متقابل اتم‌های Ti و Zr در تمامی دماها به خوبی صورت گرفته و لایه واکنشی تشکیل گردیده است. تصاویر به وضوح نشان می‌دهد که با افزایش دمای اتصال میزان نفوذ متقابل اتم‌ها افزایش یافته و شب نفوذ آن‌ها تغییر کرده است. شکل همچنین نشان می‌دهد که نواحی متمايز I، II، و III در تمامی دماها تشکیل گردیده و با تغییر دمای اتصال، پهنای این نواحی که تابع میزان نفوذ اتم‌هاست تغییر کرده است.

نتایج تعیین ضخامت لایه‌های واکنشی با استفاده از نرم‌افزار اندازه‌گیری مقیاس Digimizer در شرایط مختلف اتصال در جدول (۲) ارایه شده است.

شامل محلول جامد $\beta_{(Zr,Ti)}$ در زمینه محلول جامد $\alpha_{(Zr,Ti)}$ (فازهای سوزنی شکل در زمینه خاکستری روشن) مشخص شده است. افزایش دمای اتصال می‌تواند باعث افزایش تراکم و ضخامت سوزن‌های $\alpha_{(Zr,Ti)}$ و محلول جامد $\alpha_{(Ti,Zr)}$ گردد [33,34,36]. در شکل ناحیه (II) به صورت نواحی خاکستری روشن و دناریت‌های موازی یا همان سوزنی شکل مشاهده می‌شود. بر اساس نتایج آنالیز EDS و دیاگرام فازی تیتانیوم-زیرکونیوم ناحیه II همان محلول جامد $\alpha_{(Ti,Zr)}$ می‌باشد که به صورت نواحی دناریتی در فصل مشترک اتصال تشکیل شده است. تصاویر میکروسکوپ الکترونی در شکل (۲-ب) نشان می‌دهد که به علت میزان نفوذ بیشتر عنصر Ti، این ناحیه از ضخامت بالاتری برخوردار است. بر اساس نتایج آنالیز EDS ناحیه سه (III)، از فاز $\beta_{(Ti,Zr)}$ با رنگ خاکستری تیره و ساختاری ورقه‌ای و غنی از تیتانیوم تشکیل شده است. این ناحیه در پژوهش‌های دیگر محققان نیز شناسایی شده است [19 و 34].

شکل (۳) فصل مشترک اتصال در دمای ۹۵۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه را نشان می‌دهد. در این شکل نیز سه ناحیه مجزای تشکیل شده در فصل مشترک به تفکیک مشخص شده‌اند. شکل ۳-ب نشان می‌دهد که با کاهش دمای اتصال به میزان ۵۰°C نسبت به نمونه قبلی (دمای ۱۰۰۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه) میزان نفوذ اتم‌ها در فصل مشترک Zr/Ti کاهش یافته است. شکل نشان می‌دهد که با افزایش غلظت Zr در مجاورت ناحیه Zr702، ضخامت بشقاب‌ها (نواحی سوزنی شکل) کاهش یافته و تراکم آن‌ها افزایش یافته است. از تصویر FESEM در شکل (۳-ب) به وضوح مشاهده می‌شود که با حرکت به سمت مرز ناحیه Zr702 تراکم سوزن‌ها افزایش یافته که در تطابق خوبی با نتایج دیگر محققان است [37]. شکل (۴) فصل مشترک اتصال تولید شده با دمای اتصال ۹۰۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه را نشان می‌دهد. از شکل مشاهده می‌شود که با کاهش دمای اتصال نفوذی، میزان نفوذ و ضخامت لایه واکنشی نسبت به دو نمونه قبل کاهش یافته است. شکل نشان می‌دهد که تراکم نواحی سوزنی شکل (فاز $\alpha_{(Zr,Ti)}$) با نزدیک شدن به فلز پایه Zr702 افزایش یافته و ضخامت آن‌ها کاهش یافته است.

نتایج نشان می‌دهد که با افزایش دما اتصال از ۹۰۰ °C به ۱۰۰۰ °C ضخامت لایه واکنشی از ۶۴ به ۸۴ میکرون افزایش یافته است. این افزایش محسوس در ضخامت لایه واکنشی (عمق نفوذ) با افزایش درجه حرارت، ناشی از واستگی شدید نفوذ اتمها به دما است [22و38]. واستگی نفوذ اتمها به دما براساس رابطه ۱ مشخص می‌شود. این رابطه نشان می‌دهد که با افزایش دما سرعت نفوذ اتمها به صورت نمایی افزایش می‌یابد، لذا با افزایش دما ضخامت لایه‌های واکنشی نیز افزایش یافته است. افزایش ضخامت لایه واکنشی بدون تشکیل فازهای بین‌فلزی مضر باعث افزایش استحکام و بهبود کیفیت اتصال می‌گردد.

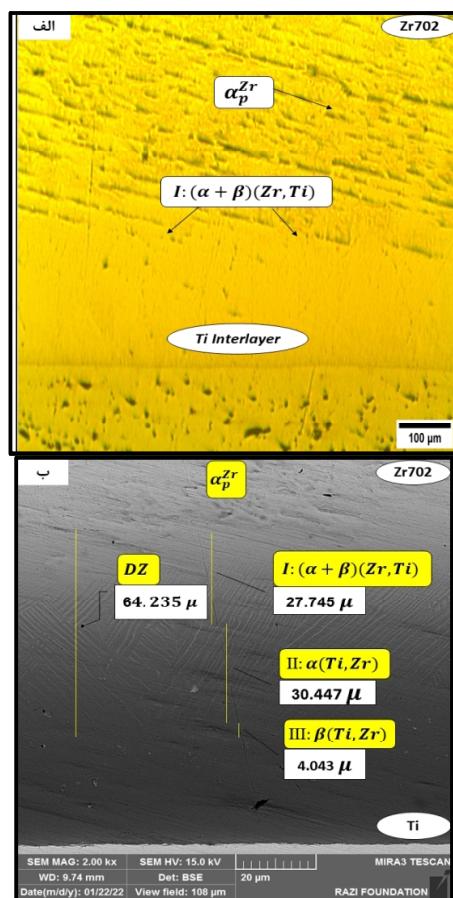
$$D = D^0 \exp^{-Q}_{RT} \quad (1)$$

در این رابطه D ضریب نفوذ اتمها، D^0 فاکتور فرکانس، Q انرژی اکتیواسیون نفوذ اتمها، R ثابت گازها و T دما بر حسب کلوین است.

4- نتیجه‌گیری

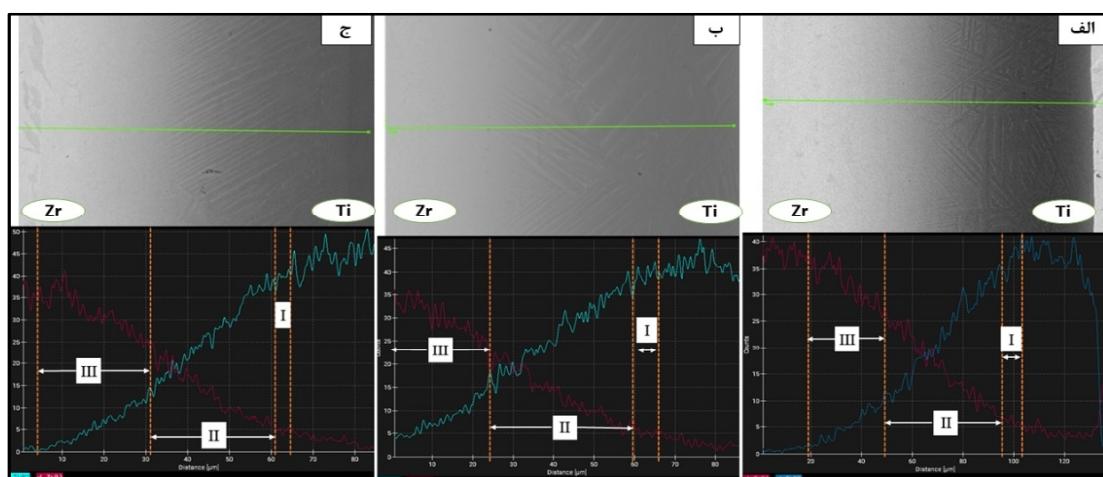
- فصل مشترک Ti/Zr702 در اتصال نفوذی Zr702 به فولاد A516 در همه دماهای اتصال پیوسته و بدون هرگونه ترک، حفره و ناپیوستگی مشاهده گردید.

- لایه واکنشی مناسبی در دماهای ۹۵۰، ۹۰۰ و ۱۰۰۰ درجه سانتی‌گراد در فصل مشترک 2 Ti/Zr702 در اتصال نفوذی Zr702 به فولاد A516 تشکیل گردید. با افزایش دما اتصال ضخامت



شکل ۴- تصاویر میکروسکوپی از فصل مشترک اتصال در دمای ۹۰۰ °C و زمان ۳۰ دقیقه الف- میکروسکوپ نوری ب-

نتایج نشان می‌دهد که با افزایش دما اتصال از ۹۰۰ °C به ۱۰۰۰ °C ضخامت لایه واکنشی از ۶۴ به ۸۴ میکرون افزایش



شکل ۵- نتایج آنالیز خطی EDS فصل مشترک Zr702/Ti در دماهای مختلف الف- ۹۰۰ °C- ب- ۱۰۰۰ °C- ج- ۹۵۰ °C

جدول 2- ضخامت لایه واکنشی و فازهای تشکیل شده در فصل مشترک در زمان اتصال 30 دقیقه و دماهای مختلف

ضخامت (μ) دما	$(\alpha + \beta)(Zr, Ti)$ (I)	αTi (II)	βTi (III)	Diffusion Zone (DZ)
1000 °C	32	45	7	84
950 °C	31	35	5	71
900 °C	30	30	4	64

8- Burgers, W. G. "On the process of transition of the cubic-body-centered modification into the hexagonal-close-packed modification of zirconium." *Physica* 1.7-12 (1934): 561-586.

9- Hiwarkar, V. D., et al. "Annealing of cold worked two-phase Zr-2.5 Nb—Associated microstructural developments." *Journal of Nuclear Materials* 384.1 (2009): 30-37.

10- Crepin, J., et al. "Microstructural study of β treated grade 702 zirconium. Scanning electron microscopy and transmission electron microscopy, complementarity of two observational scales." *Journal of materials science* 32.18 (1997): 4841-4846.

11- Une, Katsumi, et al. "Crystallography of zirconium hydrides in recrystallized Zircaloy-2 fuel cladding by electron backscatter diffraction." *Journal of nuclear science and technology* 41.7 (2004): 731-740.

12- Rudling, Peter, et al. "Welding of Zirconium alloys." IZNA7 special topic report Welding of Zirconium Alloys (2007).

13- Slobodian, Mikhail S. "METHODS OF CREATION OF PERMANENT ZIRCONIUM ALLOY JOINTS IN REACTOR ART. A REVIEW." (2016).

14- ASM International, Steels, Low-Alloy. "High-Strength Low-Alloy Steels." (2001).

15- Oyyaravelu, Ramachandran, Palaniyandi Kuppan, and Natarajan Arivazhagan. "Metallurgical and mechanical properties of laser welded high strength low alloy steel." *Journal of advanced research* 7.3 (2016): 463-472.

16- Atabaki, M. Mazar, M. E. Bajgholi, and E. H. Dehkordi. "Partial transient liquid phase diffusion bonding of zirconium alloy (Zr-2.5 Nb) to stainless steel 321." *Materials & Design* 42 (2012): 172-183.

17- Atabaki, M. Mazar, and A. Talebi Hanzaei. "Partial transient liquid phase diffusion bonding of Zircaloy-4 to stabilized austenitic stainless steel 321." *Materials characterization* 61.10 (2010): 982-991.

18- Taouinet, M., N. E. Kamel, and S. Lebaili. "Diffusion bonding between zircaloy-4 and 304L stainless steel in the presence of a eutectic." *Materials and manufacturing processes* 28.12 (2013): 1327-1334.

19- Ahmad, M., et al. "Diffusion bonding of stainless steel to Zircaloy-4 in the presence of a Ta intermediate layer." *Journal of nuclear materials* 317.2-3 (2003):

لایه واکنشی از 64 به 84 میکرون افزایش یافت.

- در فصل مشترک اتصال، فازها و ترکیبات بین فلزی مضر مشاهده نشد.

- در فصل مشترک اتصال Zr/Ti در تمام دماها سه ناحیه مجزا به ترتیب شامل فازهای محلول جامد $\alpha_{(Ti,Zr)}$ و $\beta_{(Ti,Zr)}$ در طرف لایه Ti و فاز محلول جامد $(\alpha+\beta)_{(Tr,Zr)}$ و $\alpha_{(Tr,Zr)}$ در طرف فلز پایه زیرکونیوم 702 شناسایی شد.

- مشخص گردید که افزایش دما باعث افزایش ضخامت لایه واکنشی گردیده است. با افزایش دما اثری از تشکیل فازهای جدید در فصل مشترک اتصال مشاهده نگردید.

منابع

- 1- Cooper, Daniel R., and Julian M. Allwood. "Influence of diffusion mechanisms in aluminium solid-state welding processes." *Procedia engineering* 81 (2014): 2147-2152.
- 2- Zhang, Binggang, et al. "Microstructure and corrosion behavior of Zr-702 joined by electron beam welding." *Vacuum* 121 (2015): 159-165.
- 3- Yang, Shen, et al. "Microstructures and properties of zirconium-702 irradiated by high current pulsed electron beam." *Nuclear Instruments and Methods in Physics Research Section B: Beam Interactions with Materials and Atoms* 358 (2015): 151-159.
- 4- Guan, Haotian, et al. "Effects of β Air Cooling and Subsequent Cold Rolling on Microstructure and Hardness of Zr702 Sheet." *Metals and Materials International* (2019): 1-8.
- 5- Yau, Te-Lin, R. C. Sutherlin, and A. W. Chang. "Corrosion of Zirconium and Zirconium Alloys." *ASM Handbook* 13 (2005): 300-324.
- 6- Yau, T.L. 1996. *Corrosion Engineering Handbook*. New York: Marcel Dekker, p. 195.
- 7- Dai, Jiahong, et al. "Comparative study of microstructural characteristics and hardness of β -quenched Zr702 and Zr-2.5 Nb alloys." *Materials* 12.22 (2019): 3752.

- Wuhan University of Technology-Mater. Sci. Ed. 31.4 (2016): 835-837.
- 34- Wang, Zeming, et al. "Microstructure and Mechanical Properties of Vacuum Diffusion Bonded Zr-4 Alloy Joint." Crystals 11.11 (2021): 1437.
- 35- Wang, Zhen, et al. "Effect of Bonding Temperature on Microstructure and Mechanical Properties of 304L/Zircaloy 4 Diffusion Bonded Joints with Ni/Ta Hybrid Interlayer." Advanced Engineering Materials 23.12 (2021): 2100555.
- 36- ASTM Specification B551/B551M-12, Specification for Zirconium and Zirconium alloy strip, sheet, and plate.
- 37- ASM International, Steels, Low-Alloy. "High-Strength Low-Alloy Steels." (2001).
- 38- Murray, J. L. "The Ti-Zr (Titanium-Zirconium) system." Bulletin of Alloy Phase Diagrams 2.2 (1981): 197-201.
- 39- Akhter, J. I., et al. "Formation of dendritic structure in the diffusion zone of the bonded Zircaloy-4 and stainless steel 316L in the presence of Ti interlayer." Journal of alloys and compounds 399.1-2 (2005): 96-100.
- 40- Bhanumurthy, K., A. Laik, and G. B. Kale. "Novel method of Evaluation of Diffusion coefficients in Ti-Zr system." Defect and Diffusion Forum. Vol. 279. Trans Tech Publications Ltd, 2008.
- 41- He, Weijun, et al. "Effect of the annealing process on the microstructure and mechanical properties of multilayered Zr/Ti composites." Materials Science and Engineering: A 713 (2018): 214-222.
- 42- Zeng, Sheng, et al. "Effect of bonding temperature on the microstructure and mechanical properties of the diffusion-bonded joints of Zr705 alloy." Materials Science and Engineering: A 804 (2021): 140782.
- 43- Cezairliyan, A., and F. Righini. "Thermodynamic studies of the $\alpha \rightarrow \beta$ phase transformation in zirconium using a subsecond pulse heating technique." Journal of research of the National Bureau of Standards. Section A, Physics and chemistry 79.1 (1975): 81.
- 44- Anvari S Z, Daneshpour S, Oshaghi S. Microstructure and mechanical properties evaluation of diffusion bonded joints of titanium to AISI 304 austenitic stainless steel. JWSTI 2020; 6 (2) :103-11
- 45- Kobayashi, Sengo, Kiyomichi Nakai, and Yasuya Ohmori. "Analysis of phase transformation in a Ti-10 mass% Zr alloy by hot stage optical microscopy." Materials transactions 42.11 (2001): 2398-2405.
- 46- Chandrappa, K., et al. "Optimization of process parameter of diffusion bonding of Ti-Al and Ti-Cu." Materials Today: Proceedings 27 (2020): 1689-1695.
- 212-216.
- 20- Bhanumurthy, K., et al. "Diffusion bonding of nuclear materials." BARC News 331 (2013): 19-25.
- 21- Habisch, Stefan, et al. "The effect of interlayer materials on the joint properties of diffusion-bonded aluminium and magnesium." Metals 8.2 (2018): 138.
- 22- Huang, Bensheng, et al. "Effect of different interlayers on microstructure and mechanical properties of diffusion-bonded joints between SiC and 316LN." Philosophical Magazine 102.2 (2022): 137-152.
- 23- Srikanth, V., A. Laik, and G. K. Dey. "Joining of stainless steel 304L with Zircaloy-4 by diffusion bonding technique using Ni and Ti interlayers." Materials & Design 126 (2017): 141-154.
- 24- Lin, J. M., et al. "An investigation on diffusion bonding of TZM alloy and Nb-Zr alloy using Ni foil as an interlayer." Journal of Alloys and Compounds 743 (2018): 780-788.
- 25- Atasoy, Evren, and Nizamettin Kahraman. "Diffusion bonding of commercially pure titanium to low carbon steel using a silver interlayer." Materials characterization 59.10 (2008): 1481-1490.
- 26- Kadhim, Zeyad D., Ali I. Al-Azzawi, and Sabah J. Al-Janabi. "Effect of the Diffusion Bonding Conditions on Joints Strength." Journal of Engineering and Development 13.1 (2009): 179-188.
- 27- Zeng, Sheng, et al. "Effect of bonding temperature on the microstructure and mechanical properties of the diffusion-bonded joints of Zr705 alloy." Materials Science and Engineering: A 804 (2021): 140782.
- 28- Kundu, S., and S. Chatterjee. "Effects of temperature on interface microstructure and strength properties of titanium-niobium stainless steel diffusion bonded joints." Materials Science and Technology 27.7 (2011): 1177-1182.
- 29- Mofid, M. A., and E. Loryaei. "Effect of bonding temperature on microstructure and intermetallic compound formation of diffusion bonded magnesium/aluminum joints." Materialwissenschaft und Werkstofftechnik 51.4 (2020): 413-421.
- 30- saydi I, dehmlaei R, ranjbar K. Microstructural study of Ti/3YSZ interface in NI 105/Ni/Nb/Ti/3YSZ diffusion bonding. JWSTI 2022; 8 (1) :59-66
- 31- Zhang, Boxian, et al. "Spark Plasma Diffusion Bonding of TiAl/Ti₂AlNb with Ti as Interlayer." Materials 13.15 (2020): 3300.
- 32-Li, Qiang, et al. "Microstructure and mechanical properties of Ti-Nb-Zr alloys prepared by spark plasma sintering." Key Engineering Materials. Vol. 727. Trans Tech Publications Ltd, 2017.
- 33- Liu, Guoxi, et al. "Fast welding of chromium carbide and nickel alloy by spark plasma sintering." Journal of