

Evaluation of Mechanical Properties and Structure of Multi Layered AI/Ti Composites Produced by Accumulative Roll Bonding (ARB) Process

Arian Eghbali Miandoab*, Mohammad reza Toroghinejad

Department of Materials Engineering, Isfahan University of Technology, Isfahan, Iran

ARTICLE INFO

ABSTRACT

Article history:

Received: 18 May 2010 Accepted: 19 Jul. 2010

Keywords:

Severe plastic deformation Accumulative roll bonding Ti/Al Composite Mechanical properties Techniques of severe plastic deformation have been of continual interest in the production of novel metallic microstructures. Among these, accumulative roll bonding has been extensively used to produce multi-layered composites. Multi-layered Al/Ti composites were produced by accumulative roll bonding (ARB) process using Al 1100 and commercial Ti sheets. Mechanical properties of these multilayer composites were evaluated at different passes of ARB process. During ARB, it was observed that as the strain increased with the number of passes, the strength and micro-hardness of produced composites increased as well.

& Corresponding author: Arian Eghbali Miandoab, a.eghbalimiandoab@ma.iut.ac.ir





بررسی ساختار و خواص مکانیکی کامپوزیت لایه ای آلومینیم-تیتانیم تولید شده توسط فرایند نورد تجمعی

آرين اقبالي مياندوآب*، محمدرضا طرقي نژاد

دانشکده مواد، دانشگاه صنعتی اصفهان، اصفهان، ایران

اطلاعات مقاله	چکیدہ
تاریخ دریافت: ۱۳۸۹/۲/۲۸ تاریخ پذیرش: ۱۳۸۹/۶/۲۸	فرایند نورد تجمعی که از روشهای تغییر شکل پلاستیکی شدید است، اخیراً برای تولیـد کامپوزیتهای لایهای در حالت جامد گسترش زیادی داشته است. در این تحقیق فراینـد نورد تجمعی روی ورقهای آلومینیم و تیتانیوم تـا ۸ سـیکل انجـام گرفت و کامپوزیـت
واژگان کلیدی:	لایهای آلومینیم-تیتانیم تولید شد. برای این منظـور از آلـومینیم ۱۱۰۰ و تیتـانیوم خــالص
تغيير شكل پلاستيكي شديد	تجاری استفاده شد. بررسی خواص مکانیکی شامل ریزسختی سنجی و تست کشش انجام
نورد تجمعي	شد. چسبندگی لایهها به وسیله میکروسکوپ نوری و میکروسکوپ الکترونی روبشـی در
كامپوزیت آلومینیم-تیتانیم خواص مكانیكی	پاسهای مختلف نورد مورد بررسی قرار گرفت. بررسیها نشان داد که با افـزایش تعـداد بابر ها سختی و استحکام کامیوزیت تولیدی افزایش یافت.

a.eghbalimiandoab@ma.iut.ac.ir ، عهدهدارمكاتبات: آرين اقبالي مياندوآب،

۱ – مقدمه

تغییر شکل پلاستیکی شدید فرایندی است که با اعمال كرنش پلاستيك شديد به ماده، منجر به توليد مواد حجيم با دانههای فوق ریز می گردد. ویژگی منحصر به فرد تغييرشكل پلاستيكي شديد ثابت ماندن ابعاد نمونه حين فرایند می باشد که در نتیجه آن، اعمال کرنش های بسیار بالا بر ماده امکانپذیر میشود. در سالهای اخیر تلاشهای بسیاری برای توسعهی روشهای جدید تغییرشکل به منظور دستيابي به تغيير شكل پلاستيكي شديد انجام گرفته است. روش نورد تجمعی (ARB) به عنوان یکی از روشهای تغییر شکل پلاستیک شدید (SPD) برای تولید مواد بسیار ریزدانه مورد استفاده قرار گرفته است [۱–٤]. در اکثر تحقیقات صورت گرفته از یک فلز یا آلیاژ برای فرایند ARB استفاده شده است و استفاده از دو یا چند فلز یا آلیاژ غیرهمجنس یا اصطلاحاً تولید کامیوزیتهای لايهای کمتر مورد توجه قرار گرفته است. هنگامی که فرایند ARB روی یک فلز یا آلیاژ انجام میشود، تغییر شكل يلاستيكي شديد موجب شكسته شدن دانهها شده و مرزهای اصلی جای خود را به مرزهای فرعی میدهند و در نهایت قطعه بسیار ریز دانه با مرزهای تعادلی بیشتری به وجود مي آيد [٥]. در فرايند ARB فلزات غير همجنس، جوش سرد بين فلزات غيرمشابه به وسيله نورد تجمعي به

وجود می آید و در هر دو فلز زمینه و تقویت کننده دانههای ریز ایجاد می کند. هنگامی که از فلزات غیرمشابه در فرایند ARB استفاده می شود، ساختار میکروسکوپی و ماکروسکوپی ایجاد شده به دلیل تفاوت در سختی فلز زمینه و تقویت کننده کمی پیچیده تر از حالتی است که از یک فلز استفاده می شود. در حالت کلی، هنگامی که روی یک کامپوزیت چند لایه از فلزات غیرمشابه کرنش اعمال می شود، به دلیل تفاوت در خواص سیلان فلزات مورد استفاده، ناپایداری پلاستیک در ساختار به وجود می آید و با افزایش میزان کرنش، فاز سخت تر در زمینه فاز نرم تر فرآیند نورد تجمعی روی نوارهای آلومینیم و تیتانیم برای تولید کامپوزیت لایهای آلومینیم –تیتانیم به کار گرفته شد و ریزساختار و خواص مکانیکی کامپوزیت تولید شده مورد بررسی قرار گرفت.

۲– مواد و روش تحقیق

به منظور ساخت کامپوزیت آلومینیم – تیتانیم لایهای، از ورق آلومینیم AA1100 و تیتانیم خالص تجارتی استفاده شد. برای بررسی ترکیب شیمیایی آلومینیم و تیتانیم مورد استفاده، از کوانتومتری استفاده شد که نتایج آن در جداول ۱ و ۲ آمده است.

جدول ۱– ترکیب شیمیایی نوار آلومینیم مورد استفاده در این تحقیق.

	Table 1. Che	emical compos	sition of alumi	num strip usec	l in this study	
Others	Mn	Si	Fe	Cu	Al	Element (%)
0.09	0.02	0.17	0.49	0.12	99.11	Percent

نشریه علم مواد، سال دوم، شماره سوم، تابستان ۱۳۸۹

A. Eghbali et al., Journal e	of Materials Science,	Vol .2, No .3,	2010, 14-25
------------------------------	-----------------------	----------------	-------------

معدول ۱ - ترکیب شیمیایی نوار نیانیم مورد استاده در این تحقیق Table 2. Chemical composition of titanium bar used in this study						
С	Н	Ν	0	Fe	Ti	Element (%)
0.08	0.15	0.03	0.2	0.25	99.3	Percent

رد استفاده در این تحقیت حدول ۲ – ترکیب شیمیار ازمار تیتانی

آلومینیمی آماده شده و روی هم قرار گرفتنـد. مجـدداً دو نوار بریده شده روی هم قرار گرفته و ٤ گوشه آن توسط مفتول فولادي محكم شد. نمونـه حاصـل مجـدداً تحـت نورد با ٥٠٪ كاهش در ضخامت قرار گرفت. این فرایند تا ۸ سیکل در دمای اتاق، بـدون روانکـار و بـدون آنیـل میانی بین سیکلها بر روی نمونهها انجام گرفت.

۳– نتايج و بحث

۳-۱- بررسی تحولات ریزساختاری

تحولات ریےز سےاختاری توسیط میکروسےکوپ نےوری و میکروسکوپ الکترونی روبشی مورد بررسی قرار گرفت. از آنجایی که استحکام تیتانیم زیاد است، در یاس دوم فرایند دچار گسیختگی میشود. با افزایش تعداد پاسهای فرايند فلز تيتانيم در زمينه آلومينيم توزيع مى شود. همان-طور که در شکل ۱ مشاهده میشود تیتانیم در زمینه آلومينيم دچار شکست و گسيختگي ميشود. شکل ۲ تصویر میکروسکوپ نوری از پاس،ای فرایند را نشان میدهد. همانطور که از شکل مشخص است لایه تیتانیم فقط در پاس اول پیوستگی خود را حفظ کرده است و در پاس دوم دچار شکست و جدایش شده است.

برای ساخت کامپوزیت ابتدا ورق های آلومینیم و تیتانیم در ابعاد مشخص برشکاری شدند. از دو نوار آلومینیمی با ضخامت mu و یک نوار تیتانیمی با ضخامت mu ۳۰۰ با ابعاد یکسان ۱۰×۵ سانتیمتر برای شروع فراینـد استفاده شد. ساندویچ اولیه شامل دو نوار آلومینیم و یک نوار تیتانیم در بین آنها بود. در ابتدا برای از بین بردن چربیها و دیگر آلودگیهای سطحی نوارها به مدت ۱۰ دقیقه در استون غوطهور شدند. سپس برای ایجاد یک پیوند مناسب توسط برس خورشیدی و دریل به صورت افقی برسکاری انجام شد به این ترتیب که دو سطح نوار تیتانیم و یک سطح از نوارهای آلومینیمی مورد برسکاری قرار گرفتند. قطر سیمهای برس انتخاب شـده mm ۰/۳ و طول سیمها ۲۵ mm از جنس آهن بود. به علت سختی بالاتر تیتانیم نسبت به آلومینیم برای برسکاری به نیـروی بیشتری نیاز بود. نوارهای برسکاری شده روی هم قرار گرفته و ٤ گوشه آنها توسط مفتول فولادی محکم شد. ضخامت ساندویچ اولیه ۱/۳ mm بود که پس از پاس اول mm ۰/٦٥ mm (۰۰ درصد کاهش ضخامت). دستگاه نورد مورد استفاده دارای غلتکهایی به قطر ۱۲۵ mm بوده و سرعت نورد ۲ m/min تنظیم شـد. نمونـه ۳ لايـه حاصل از وسط در راستای طولی نصف شده و دو سطح



شکل ۱– تصویر میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) از سطح مقطع عرضی کامپوزیت ۲ سیکل ARB شده که نحوه ریز شدن و توزیع تیتانیم را در زمینه آلومینیم نشان میدهد.

Fig. 1. SEM image of composite cross section after 6 cycles ARB showing fine sized and distribution of titanium in aluminum

میدهد. در سیکل اول از فرایند، اکستروژن فلز بکر از میان ترکها باعث میشود فصل مشترک حالت دندانـهدار به خود بگیرد. اما با افزایش تعداد سیکلهای فرایند ARB سختی افزایش یافته و قابلیت اکستروژن شدن کاهش مییابد. لذا با توجه به تئوری فیلم در نمونههای با سختی بالاتر به دلیل دشوار بودن اکستروژن ماده زیرلایه از میان ترکهای تشکیل شده درفصل مشترک، پیوند ضعیفتری تشکیل میشود. مکانیزم اصلی تشکیل پیوند بین لایههای فلزی در دمای کم، مکانیزم فیلم می باشد. بر این اساس با شکسته شدن لایه اکسیدی، ماده زیر لایه از میان ترکها اکسترود شده و پیوند تشکیل می گردد [۹]. شکل ۳ و شکل ٤ تصویر میکروسکوپ نوری و میکروسکوپ الکترونی روبشی را برای نمونه یک سیکل ARB شده را نشان می دهد. بررسی تصویر میکروسکوپی از سطح مقطع عرضی نمونه کامپوزیتی آلومینیم-تیتانیم پس از یک سیکل از فرایند نورد تجمعی هم خوانی مناسبی را با تئوری فیلم نشان







شکل ۲ – تصاویر میکروسکوپ نوری از سطح مقطع عرضی نمونههای کامپوزیتی آلومینیم- تیتانیم تولید شده پس از، a) ۱، ARB سیکل از فرایند (e ،٦ (d ،٤ (c ،٢ (b

Fig. 2. Optical micrographs of cross section of aluminum – titanium composite produced after, a) 1, b) 2, c) 4, d) 6, e) 8 cycle using ARB process



a

b



شکل ۳- تصویر میکروسکوپ نوری از نمونه یک سیکل ARB شده: حالت دندانهدار شدن فصل مشترک لایههای آلومینیم و تیتانیم Fig. 3. Optical micrograph of the sample by 1 cycle ARB sample showing serrated interface of aluminum and titanium



شکل ٤- (a) تصویر میکروسکوپ الکترونی روبشی از سطح مقطع عرضی نمونه کامپوزیتی یک سیکل ARB شده و منطقهای در فصل مشترک آلومینیم- تیتانیم، (b): بزرگنمایی منطقه انتخاب شده در (a)

Fig. 4. a) SEM image of cross section 1 cycle ARB sample, (b) enlarged magnification of cross section showed in (a)

در	سخت تيتانيم	جدایش لایههای	روهش شکست و -	پژ
	کرنش ۱/٦.	ی پس از اعمال ک	يکل دوم رخ داد يعن	س

معیار تعیین میزان کرنش مورد نیاز برای وقوع پدیده شکست و جدایش لایههای سخت در نورد کامپوزیتهای لایهای از فلزات غیر مشابه، میزان اختلاف در خواص مکانیکی فلزات موجود در کامپوزیت است. در این ۳-۲-۱- تغییرات سختی سختی لایههای آلومینیمی و تیتانیمی روی نمونهها در سیکلهای مختلف فرایند به وسیله دستگاه ریزسختی سنج و با انتخاب ۵ نقطه در سطح نمونه اندازه گیری شد. همان طور که انتظار میرود با افزایش پاسهای فرایند سختی نمونهها افزایش مییابد و نرخ افزایش سختی در پاسهای اولیه بیشتر از پاسهای بعدی است زیرا عمده تجمع نابجاییها و کارسختی در پاسهای اولیه رخ میدهد. شکل ۵ افزایش میکرو سختی با افزایش تعداد پاسهای فرایند را نشان میدهد. ۳-۲- بررسی خواص مکانیکی کامپوزیتهای آلومینیم - تیتانیم تولید شده با روش ARB بررسی خواص مکانیکی کامپوزیتهای لایه ای با توجه به تفاوت رفتار مکانیکی فلزات موجود در کامپوزیت، همواره مورد توجه محققین قرار گرفته است. جهت بررسی خواص مکانیکی کامپوزیت آلومینیم و تیتانیم طی فرایند ARB، همان طور که پیشتر اشاره شد آزمون های میکروسختی و کشش تک محوری روی نمونه ها صورت گرفت.



شکل ۵– میکرو سختی لایههای آلومینیم و تیتانیم بر حسب تعداد پاسهای فرایند ARB



کریستالی آلومینیم FCC است و روش اصلی تغییر شکل در آن به دلیل انرژی نقص چیدن بالا (²⁻۱۹۲۱) لغزش میباشد. شبکه کریستالی تیتانیم HCP است و روش تغییر شکل در آن دوقلویی است، به همین دلیل میزان کارسختی در تیتانیم بیشتر از آلومینیم است و مشاهده میشود که پس از نورد اتصالی اولیـه آلـومینیم-تیتانیم، افـزایش قابـل ملاحظـهای در سـختی آلـومینیم و تیتانیم رخ میدهد که این افزایش سختی در تیتانیم بیشتر از آلومینیم است و سپس با پیشرفت فراینـد ARB، نـرخ افزایش سختی در هر دو فلز کـاهش یافتـه اسـت. شـبکه

۲۱

نشریه علم مواد، سال دوم، شماره سوم، تابستان ۱۳۸۹

۳-۲-۲-۲ تغییرات استحکام و ازدیاد طول نمونههای آزمون کشش طبق استاندارد ASTM-E8 برای بررسی خواص مکانیکی کامپوزیتهای لایهای آلومینیم -تیتانیم ساخته شد. شکل منحنیهای تنش مهندسی -کرنش مهندسی در سیکلهای مختلف شبیه به هم است. همان طور که در شکل ٦ مشاهده می شود، تنش سیلان سریعاً به مقدار حداکثر رسیده و سپس شکست در کرنش سریعاً به مقدار حداکثر رسیده و سپس شکست در کرنش اسیکل اول فرایند ARB، که شامل ۳ لایه است، ARB به ۱۸۰MPa رسیده است. افزایش سختی تیتانیم بیشتر از آلومینیم میباشد [۸]. نکته قابل توجه افزایش قابل ملاحظه سختی در پاس های ابتدایی و کاهش نرخ افزایش سختی در ادامه فرایند میباشد. در پاس های ابتدایی اثر عمده ایجاد شده کارسختی میباشد، اما با پیشرفت فرایند و ریز شدن دانه ها و تحولات ریز ساختاری ایجاد شده عامل اصلی و کنترل کننده ریز شدن دانه ها میباشد که پدیده اثر کمتری بر افزایش سختی داشته لذا افزایش سختی در این پاس ها کاهش می یابد [۱۰].



شکل ٦- تغییرات منحنی تنش مهندسی-کرنش مهندسی کامپوزیت آلومینیم- تیتانیم در سیکلهای مختلف از فرایند ARB. Fig. 6. Curve variations engineering stress –strain curves of aluminum –titanium Composite after various cycles of ARB process

همانطور که در شکل ۷ مشاهده میشود، پس از پاس اول فرایند ARB استحکام نهایی کششی کاهش یافته و پس از آن روند افزایش استحکام ادامه مییابد. فقط تا سیکل دوم ساختار لایهای اولیه آلومینیم و تیتانیم حفظ شده است. لایههای آلومینیم و تیتانیم در راستای جهت نورد کشیده

شدهاند ولی پیوستگی لایهها مشاهده میشود. در حالیکه در سیکل دوم به دلیل تفاوت رفتار مکانیکی آلومینیم و تیتانیم و افزایش میزان کرنش و کارسختی در نمونه، شکست و جدایش در لایههای تیتانیم اتفاق میافتد و پیوستگی لایههای تیتانیم از بین میرود. ذرات نسبتاً

نشریه علم مواد، سال دوم، شماره سوم، تابستان ۱۳۸۹

22

لایهای نسبت داد. این باندهای برشی سبب تشکیل میکروترکها در ساختار شده و لذا شکست را در حین آزمون کشش تسریع میکنند [۱۱]. در ادامه با افزایش تعداد سیکلهای فرایند ARB به دلیل ریز شدن دانههای آلومینیم و تیتانیم و افزایش مرزدانهها به عنوان مانعی در برابر حرکت نابجاییها، استحکام کامپوزیت افزایش مییابد. همان طور که شکل ۷ نشان میدهد با پیشرفت فرایند استحکام تسلیم افزایش یافته است. بزرگ و توزیع غیر یکنواخت تیتانیم باعث کاهش استحکام میشود. به علت ضخامت زیاد لایه تقویتکننده و توزیع غیریکنواخت آن در مناطقی، زمینه به شدت تحت تمرکز تنش قرار گرفته و در نتیجه به سرعت دچار تسلیم و شکست میشود. در ادامه با افزایش تعداد سیکلهای فرایند، توزیع یکنواخت تر و ذرات ریزتر تیتانیم در زمینه آلومینیم کارسختی را بالا میبرد. از طرف دیگر، دلیل کاهش استحکام در فاصله بین سیکل اول و دوم را میتوان ایجاد باندهای برشی در نمونه کامپوزیت



Fig. 7. Ultimate tensile strength changes with the number ARB cycles

شکل ۸ مقادیر افزایش طول کلی نمونهها را در سیکلهای مختلف فرایند نورد تجمعی نشان میدهد. در ابتدا مقدار افزایش طول کاهش یافته و سپس افزایش مییابد. این کاهش اولیه را میتوان به دو پدیده نسبت داد. پدیده اول نحوه توزیع تقویت کنندهها در زمینه است.

پدیده دوم را میتوان به انباشت نابجاییها در داخل دانهها در ابتدای فرایند نورد تجمعی دانست که قابلیت تغییر شکل را کاهش داده و به سرعت باعث ناپایداری نمونههای کشش شده و این نمونهها به سرعت میشکنند. اما پیشرفت فرایند، با افزایش یکنواختی توزیع با افزایش

نشریه علم مواد، سال دوم، شماره سوم، تابستان ۱۳۸۹

۲۳

سیکل های فرایند مقدار افزایش طول بیشتر شده است. به علاوه با پیشرفت فرایند با ایجاد و انباشت هرچه بیشتر نابجاییها در نمونهها، با توجه به مکانیزمهای ریزدانه شدن، این نابجاییها درون دانهها آرایش خاصی پیدا کرده







[2] Y. Saito, H. Utsunomiya, N. Tsuji, T. Sakai,

"Novel ultra-high straining process for bulk

materials development of the accumulative roll-

bonding (ARB) process", Acta materiala, Vol. 47,

[3] Z.P. Xing, S.B. Kang, H.W. Kim, "Softening behavior of 8011 alloy prodused by accumulative

يى نوشتھا

1- Accumulative Roll Bonding (ARB)

1

مراجع

[1] Y. Saito, N. Tsuji, H. Utsunomiya, T. Sakari, R.G. Hong, "Ultra-fine grained bulk aluminum produced accumulative roll-bonding (ARB) process", Scripta Materialia, Vol. 39, 1998, pp. 1221-1227.

نشریه علم مواد، سال دوم، شماره سوم، تابستان ۱۳۸۹

۲۴

1999, pp. 579-583.

۲۵

[8] F.J. Humphreys, M. Hatherly, "Recrystallization and Related Annealing Phenomena", Second editioned, Elsevier Science Ltd, United Kingdom, 2004.

[9] H.Y. Wu, S. Lee, J.Y. Wang, "Solid state bonding of iron-base alloy, steel-brass and aluminum alloy", Journal of Materials processing Technology, Vol. 75, 1998, pp. 173-179.

[10] K.T. Park, H.J. Kwon, W.J. Kim, Y.S. kim, "Microstructural characteristics and thermal stability of ultrafine grained 6061 Al alloy fabricated by accumulative roll bonding process", Materials Science and Engineering A, Vol. 316, 2011, pp. 45-152.

[11] D. Yang, P. Cizek, P. Hodgson, C. Wen,"Ultrafine equiaxed grain Ti/Al composite prodused by accumulative roll bomding", Scripta Materialia, Vol. 47, 2002, pp. 893-899.

roll bonding process", Scripta Materiala, Vol. 45, 2001, pp. 597-604.

[4] N. Tsuji, Y. Saito, H. Utsunomiya, S. Tanigawa, "Ultra-fine grained bulk steel prodused by accumulative roll-bonding (ARB) process", Scripta Materialia, Vol. 40, 1999, pp. 795-800.

[5] S. Li, Y. Saito, T. Sakai, H. Utsunomia, "Microstructures and mechanical properties of 6061 aluminum alloy processed by accumulative roll-bonding", Materials Science and Engineering A, Vol. 325, 2002, pp. 228-235.

[6] S.L. Semiatin, R.Yavari, "Multiple necking and deformation behavior of multilayer composites prepared by cold rolling", Zeitschrift fuer metallkunde, Vol. 81, 1990, pp. 130-135.

[7] G. Min, J. Moo Lee, S.B. Kang, H.W. Kim, "Evolution of microstructure for multilayered Al/Ni composites by accumulative roll bonding process", Materials Letters, Vol. 60, 2006, pp. 3255-3259.