レーザ溶接した Ti 合金積層造形体の 機械的特性改善のためのレーザ熱処理*

園田 哲也**、黒須 信吾**、佐々木 龍徳***

金属積層造形により作製したチタン合金(Ti-6Al-4V)のレーザ溶接と溶接部の 延性改善を目的としたレーザ熱処理について検討を行った。レーザ溶接につい ては、溶接条件の最適化により、母材強度以上の接合強度が得られた一方、曲げ 試験においては溶接部の延性低下による破断を確認した。対策として溶接部に 対し局所的なレーザ熱処理を行った結果、極めて短時間の熱処理で接合部の延 性が改善することを明らかにした。

キーワード:レーザ溶接、レーザ熱処理、金属積層造形、チタン合金

Laser Heat Treatment to Improve Mechanical Properties of Laser Welded Titanium Alloy Produced by Additive Manufacturing

SONODA Tetsuya, KUROSU Shingo, SASAKI Tatsunori

Key words: laser welding, laser heat treatment, additive manufacturing, titanium alloy

1 緒 言

Ti合金は、高比強度、耐熱性、耐食性に優れ、航空機 産業を始めとする高付加価値工業製品に多く使用されて いるが、原材料が高く難削材であることや、活性金属で あり酸素との反応性が極めて高いというデメリットがあ る。一方で、これらのデメリットは金属積層造形(以下、 AM) のメリットである、ニアネットシェイプや造形時の 雰囲気制御の容易さという点で相性がよく
リ、この合金 のAMに関する研究が盛んに行われている。AMの造形 サイズは、造形方式により制限があり、例えば AM の代 表的な造形方式のひとつであるパウダーベッド方式は、 粉末を敷き詰めたテーブルの範囲内で造形を行うため、 造形サイズに限界がある。このような中で大型部材への 適応を考えた場合、AM 造形品の接合が必要である。こ のことにより AM 材同士以外にも、汎用部材との組み合 わせや、マルチマテリアル化への対応等についての検討 も重要な課題である。このような背景から本研究では金 属積層造形により作製したチタン合金(Ti-6Al-4V)のレ ーザ溶接について検討を行うと共に、溶接部の機械的特 性の改善を目的としたレーザによる溶接後熱処理の検討 を行った。

2 実験方法

2-1 レーザ溶接及びレーザ熱処理

供試材は、電子ビーム積層造形装置で作製した板厚 2 mmの Ti-6Al-4V を用い、開先面を研削加工し、突合せ溶接にて接合体を作製した。レーザ溶接は、最大出力 6kW

の半導体レーザ (Laserline 社) 発信器を用い、出力 2.5 kw、 溶接速度 2.0 m/min、溶接長約 90 mm で行った。一般に チタン材料は 400℃~500℃ の比較的低温域でも容易に 酸化し、機械的特性の低下に繋がるため、溶接中に大気 から溶接部を完全にシールドすることが重要となる 2)3)。 本研究では、レーザ同軸方向からシールドガスを供給す るための独自の円錐ノズルを作製し使用した。シールド ガスはArを使用し、流量は同軸方向30L/min、アフター シールド50L/min、バックシールド50L/minとした。溶 接の後、溶接部の機械的特性の改善を目的に、溶接後熱 処理としてレーザ熱処理を行った。最大出力 3 kW の半 導体レーザ (Laserline 社) 発信器を用い、ビームホモジ ナイザーにより 28 mm×7 mm の矩形状均一強度ビーム を作製し、Ar ガスシールド BOX 内に設置した試験材の 溶接ビードに対しガラス越しに処理を行った。熱処理温 度は、2 色式パイロメータによりレーザ同軸上の材料表 面温度を測定すると同時に、所定の温度となるよう出力 フィードバックを行った。レーザ熱処理の概略図を図1 に示す。熱処理前後の接合部の評価は、組織観察、引張 試験、曲げ試験、EBSD、マイクロビッカース硬さ測定に より行った。

2-2 電気炉による熱処理

短時間の溶接後熱処理による金属組織及び硬さの変化 を調べることを目的に、電気炉による熱処理を行った。 熱処理用の試験材は、板厚 3 mm の Ti-6Al-4V 電子ビー ム積層造形材にビードオン溶接を行い、図 2 に示すよう

^{*} 令和5年度技術シーズ創生・発展研究事業(発展研究)

^{**} 素形材プロセス技術部

^{***} 素形材プロセス技術部(現:DX 推進特命部)

に、溶接部を中心に 5 mm×18 mm のサイズに切り出し 作製した。熱処理条件を表 1 に示す。昇温速度は 20°C /min とし、真空雰囲気下で所定の保持時間に到達後、炉 冷し、組織観察、マイクロビッカース硬さ測定を行った。



| レーサ系処理(机略)

表 1 電気炉熱処理条件

熱処理温度	保持時間(min)			
600°C	1	5	10	30
700°C	1	5	10	30
800°C	1	5	10	30

3 結果及び考察

3-1 レーザ溶接接合部の組織と機械的特性

表2に、AM 母材及び、AM レーザ溶接材の引張試験 及び曲げ試験結果を示す。JIS 規格値、引張強さ 895 MPa 以上、伸び10%以上に対し、AM 母材においては両規格 値ともに満足し、曲げ試験も良好な結果であったのに対 し、レーザ溶接材については、伸びが 4.5%と規格値を大 きく下回り、曲げ試験では破断する結果となり、溶接部 の著しい延性低下を確認した。

試験片	積層造形体(母材)	積層造形体レーザ溶接材		
引張強度(MPa)	1071	1147(母材破断)		
伸び(%)	13	4.5		
曲げ試験結果		× ↓ 溶接部 { } }		

表2 引張試験及び曲げ試験結果

図3にAM 母材及び、AM レーザ溶接部の断面組織観 察結果を示す。母材の組織には、針状のα相とその粒界に 明コントラストの部位が点在していることがわかる。 EPMA 分析の結果、この部位はβ安定化元素であるバナ ジウムの濃化部であることを確認したことから、α相とβ 相が混在した組織となっている。一方で、溶接部の組織 にはバナジウムの濃化部は確認できず、針状のα相と微 細なα'マルテンサイト相で形成された組織である。この ことからレーザ溶接部の延性低下は、β相の消失と、α'マ ルテンサイト相の形成が要因であることが示唆された。



(a) AM 母材
 (b) AM レーザ溶接部
 図 3 AM 母材と AM レーザ溶接部の断面組織

3-2 電気炉での短時間溶接後熱処理による変化

熱処理した溶接金属断面の組織写真を図4に、マイク ロビッカース硬さ測定結果を図5にそれぞれ示す。

Ti-6Al-4Vの金属積層造形材の熱処理について、βトラ ンザス以下の温度での有効性が示されていることから⁴⁾、 熱処理温度を600°C、700°C、800°Cとした。熱処理温度 600°Cにおける、1分、5分、10分の保持時間の違いによ る目立った組織変化は認められず、熱処理前の組織とほ ぼ同様の組織であるが、保持時間30分の組織写真では、 母材組織と同様のバナジウム濃化部が認められる。一方、 熱処理温度700°C、800°Cの組織を見ると、1分の処理時 間でバナジウム濃化部位(β相)が生成されており、極め て短時間の熱処理で、母材と類似した組織に変化するこ とが示された。



図4 各熱処理条件における溶接部断面組織

次に、熱処理による硬さの変化に着目すると、熱処理 温度 600℃では、保持時間の増加に伴う硬さの変化はほ とんど見られないが、700℃、800℃の処理温度では、1 分の保持時間で硬さが低下し、保持時間の増加に伴いそ れぞれ硬さが低下する傾向が見られた。Ti-6Al-4V 材の短 時間の時効処理において、比較的高温になると析出した 針状・相の粗大化により、硬さが低下するという報告が ある ⁵。本研究でも同様の理由により硬さが低下したも のと考えられる。



図5 各熱処理条件とマイクロビッカース硬さ

3-3 レーザ熱処理による機械的特性の改善

レーザ熱処理は、レーザ照射部のみに局部的な熱処理 が可能であること、昇温・冷却速度が極めて速いことが 大きな特徴である。図6に熱処理温度800°C、照射時間 1分の設定における、試験片表面温度測定データを示す。 放射温度計による測定のため550°C以上の温度からの測 定値となっているが、レーザ照射開始直後瞬時に所定の 温度に到達していることがわかる。

AM 溶接材のレーザ照射時間に対する伸びと硬さの変 化を図7に示す。伸びと硬さどちらの結果においても照 射時間1分で値が大きく変化し、その後緩やかな変化に 変わり、伸びは回復し、硬さは低下傾向を示している。 伸びに着目すると、溶接したままの状態では、5%台であ った数値が、僅か1分間の熱処理で10%を超える値にま で大幅に回復している。処理温度については、700°C に 比べ800°C の方が、伸び、硬さ共に変化量が大きく、後



熱処理の効果が大きいことがわかった。これらの試験材 に対し曲げ試験を実施した結果を図8に示す。レーザ熱 処理を行った試験材は全て破断せず曲がり、溶接したま まの試験材のみ破断する結果となった。これは熱処理に よる伸びの回復結果とよい一致を示しており、短時間の レーザ熱処理により、曲げ特性が改善されることを確認 した。



図7 レーザ熱処理品の伸び及び硬さ測定結果



700℃ ①1 分, ②5 分, ③10 分 800℃ ④1 分, ⑤5 分, ⑥10 分 熱処理無し⑦

図8 レーザ熱処理品の曲げ試験結果

3-4 レーザ熱処理による機械的特性の改善

図9に各試験材断面の反射電子線像と、バナジウムの 特性X線像を示す。図4に示した通り電気炉での熱処理 では、800°C保持時間1分で、バナジウム濃化相の形成 が確認されたが、レーザ熱処理の場合は、1分の保持時 間では、熱処理無しの組織とほとんど差異が見られず、 保持時間5分で一部濃化相、10分の保持時間で、組織全 体に濃化相が形成されている。電気炉加熱は、レーザ加 熱と比較すると昇温速度が非常に遅い。瞬間的に表面温 度が 800°C に到達するレーザ加熱に比べ、今回は 20°C /min の昇温速度で加熱を行っているため、700°C から 800°C への昇温に5分程要し、その分多くの入熱が材料 に投入されるため、このような差異が生じたと考えられ る。

一方で、曲げ試験においては保持時間1分の試験材も 破断せず良好な曲げ特性が得られたことから、組織変化



図 10 レーザ熱処理品の EBSD 測定による KAM マップ

以外の要因により、曲げ特性が改善されたものと考えられる。この原因を明らかにするために、EBSD により局部方位差(KAM: Kernel Average Misorientation)マップを 測定した。各試験材のKAMマップと、KAM平均値を図 10 に示す。熱処理無しのKAMマップを積層母材のマッ プと比較すると、組織全体にひずみが分布し、特に結晶 粒界付近にひずみが集中しているように見える。それに 比べ保持時間1分及び5分のKAMマップは、全体的に ひずみが緩和され、KAM平均値も減少傾向にあること がわかった。特に結晶粒内のひずみが除去されているよ うに見える。この結果から、レーザ熱処理による曲げ特 性の改善は、内部ひずみの除去に伴う延性の回復が要因 と考えられる。

4 結 言

金属積層造形装置で作製したチタン合金を使用し、突 合せレーザ溶接及び、溶接部のレーザ熱処理を行い以下 の結論を得た。

- (1) レーザ溶接継手の引張試験により、引張強度は積層 材母材と同等以上であることがわかったが、曲げ試験 では溶接部が破断した。この溶接部の延性低下は、レ ーザ溶接特有の急熱急冷プロセスにより、α'マルテン サイト相が形成されたことが要因と考えられる。
- (2) 電気炉での熱処理試験により、700°C 及び 800°C の 熱処理温度において、保持時間1分から金属組織の変 化と硬さの低下が確認され、適正な温度条件下であれ

ば、短時間の熱処理で機械的特性に影響を与えること が示された。

(3)700℃及び800℃の温度で、1分~10分の短時間レー ザ熱処理を行ったサンプルは、全て良好な曲げ特性が 得られ、レーザ熱処理により、昇温時間含め極めて短 時間で溶接部の機械的特性を改善できることが確認 された。

謝 辞

本研究を遂行するにあたり、秋田県産業技術センター のレーザ加工装置を借用するとともに、同センターから 貴重な御助言をいただきました。ここに記して感謝の意 を表します。

文 献

- 中野貴由,石本卓也:チタンならびにチタン合金の Additive Manufacturing プロセス,まてりあ,58(4), p.181-187 (2019)
- 2) 社団法人日本チタン協会(編):チタンの加工技術,日 刊工業新聞社,(1992)
- E.Akman, A.Demir, T.Cande and T.Sinmazcelik: Laser welding of Ti6Al4V titanium alloys, Journal of Materials Processing Technology, 209(8), p.3705-3713 (2009)
- B.Vrancken, L.Thijs, J.Kruth and J.V.Humbeeck: Heat treatment of Ti6Al4V produced by Selective Laser Melting, Microstructure and Mechanical propertied, Journal of Alloy

and Compounds, 541, p.177-185 (2012)

5) 森田辰郎, 信田康介, 川嵜一博, 三阪佳孝: Ti-6Al-4V 合金の疲労強度に及ぼす短時間 2 段階熱処理の影響, 材料, 56(4), p.345-351 (2007)