切削加工品の代替としての WAAM 方式金属積層造形品の可能性評価

Evaluation of wire and arc additive manufacturing products as an alternative to machined products

南相馬技術支援センター 機械加工ロボット科 安齋弘樹 小林翼 穴澤大樹

国立大学法人東京農工大学 笹原弘之

難加工材であるニッケル合金を対象として、積層造形品の熱処理条件の検討や機械的特性、金属組織の評価を行った。熱処理条件によって析出物の種類や大きさが変化する一方で、硬さにはあまり差が見られないことが分かった。機械的特性には異方性は見られず、熱処理によって引張強さや耐力が向上し、伸びが低下することを確認した。また、SUS316上への積層造形では、十分な接合強度が得られることが分かった。

Key words:金属積層造形、WAAM方式、ニッケル合金、機械的特性、金属組織

1. 緒言

昨今、世界的に金属積層造形技術の活用が進んでお り、パウダーベッド方式 (PBF) や指向性エネルギー堆 積方式(DED)など様々な手法が開発されている。金属積 層造形は、設計の自由度が高く、軽量化や部品点数削 減等のメリットがあるため、従来の加工方法に代わる 製造技術として注目されている。当所では、DED 方式 のうち、金属ワイヤを溶融、凝固させるワイヤアーク 式金属積層造形(以下、WAAM 方式とする)を対象に研究 を行ってきた¹⁾これまでの結果から、複雑形状品の加 工においては、切削加工に比べ、WAAM 方式の方が加工 時間と材料費において優れることが分かっている。特 に、難削材においては、加工時間や工具代、材料費の 観点から、金属積層造形(以下、積層造形とする)の メリットが大きいと考えられる。一方で、積層造形技 術導入の際には、造形物の機械的特性の把握等が必要 である。しかしながら、金属積層造形に関する研究は PBF 方式が主であり、WAAM 方式の研究は知見が少ない 状況である。

そこで、本研究では、難削材であるニッケル合金を 対象として、積層造形品の機械的特性や金属組織等を 調査することで、WAAM 方式の適用可能性について評 価した。

2. 実験

2.1.積層造形条件の検討

積層造形には、ヤマザキマザック(株)製のハイブ リッド複合加工機(VARIAXIS j-600/5X AM ワイヤア ーク式)を用いた。積層造形条件は表1のとおりであ る。ここで、"CMT"は"Cold Metal Transfer"の略称 であり、ワイヤ送給制御による低入熱、低スパッタを 特徴とする溶接方法である。"P"は"Puls"の略称で あり、周期的に高い電流を流し、深い溶け込みを得る 溶接方法である。入熱及びパス間の温度を変えた4通 事業名「基盤技術開発支援事業」 りの積層条件で造形を行った。金属ワイヤは直径 1.2[mm]の特殊電極(株)製 M-NIC-718 (JIS Z3334 SNi7718 該当)を使用した。M-NIC-718 及び類似組成の Inconel718 の化学成分を表2に示す。ベースプレート は SUS304 とし、シールドガスには Ar を使用した。

積層造形物は図1に示す幅150[mm]、高さ150[mm]程 度の立壁形状とした。トーチパスは、トーチをX方向 に145[mm]送り、Z方向に2.0[mm]移動、送り方向を反 転させてX方向に145[mm]移動を繰り返している。ヤ マザキマザック(株)製のサーモグラフィカメラ (VARIAXIS j-600/5X AM用サーモグラフィシステム) によって1層毎に温度を確認し、指定温度以下となっ てから次の層を積層した。

積層造形条件が適正か確認する試験として、X線CT による内部観察と溶け込み部の断面観察を実施した。 内部観察には、東芝ITコントロールシステム(株)社製 のX線CT装置(TOSCANER-24500AVFD)を用いた。断面 観察は、積層造形物のおおよそ中央部から切り出し、 樹脂包埋、鏡面研磨を行い、(株)キーエンス社製のデ ジタルマイクロスコープ(VHX-7000)により観察を行っ た。測定項目は、図2に示す溶け込み深さ、1層目のビ ード幅、溶け込み深さの1/2位置における溶け込み幅 とした。

試料	溶接方法	電流	電圧	ワイヤ フィード	トーチ送り	パス間温度	
No.		[A]	[V]	[m/min]	[mm/min]	[°C]	
1	Р	150	17	G	400	200	
1	CMT	140	14.1	0	400	200	
0	Р	150	17	G	400	100	
2	CMT	140	14.1	0	400	100	
0	Р	228	22.3	0	600	200	
3	CMT	195	17	9	600	200	
4	Р	228	22.3	0	600	100	
	CMT	195	17	9	000	100	

表1 積層造形条件

表2 ワイヤ及び Inconel718 の化学成分

												[%]
	C	Si	Mn	Ni	Cr	Fe	Мо	Cu	AI	Ti	Nb	В
M-NIC-718	≦0.08	≦0.3	≦0.3	50. 0~55. 0	17. 0~21. 0	≦24.0	2. 8~3. 3	≦0.3	0. 2~0. 8	0. 7~1. 1	4. 8~5. 5	≦0.006
Incone 1718	≦0.08	≦0.35	≦0.35	50. 0~55. 0	17. 0~21. 0	bal	2.8~3.3	≦0.3	0. 2~0. 8	0.65~1.15	4. 75~5. 50	≦0.006



図1 積層造形のトーチパス



2.2.熱処理条件の検討

対象としているニッケル合金は熱処理合金であるため、規定の特性を得るために、積層造形後に熱処理を行う必要がある。類似組成の Inconel718 において、 AMS 規格では、図3のような熱処理条件が規定されており、通常、溶解鍛造材においては図3の条件で熱処理されている。しかし、積層造形品では、特有の熱履歴を有するために、最適な熱処理条件が異なる可能性がある。

そこで、表3に示す3条件で熱処理を実施し、各条件における金属組織観察と硬さ試験を行った。条件1 はAMS規格準拠の標準熱処理条件である。条件2は溶体化処理温度を1080[℃]として、δ相の固溶温度以上となる条件とした。条件3は時効処理のみ実施する条件である。積層造形品は造形時の入熱で溶体化温度を ー度超えているため、溶体化処理を実施せずに熱処理 が成立するか確認するために設定した。

試料は、10[mm]角程度に切断後に、アドバンテック (株)社製の電気マッフル炉(FUW230PB)のプログラム運転にて、大気雰囲気中で熱処理を実施した。熱処理後 に、樹脂包埋、鏡面研磨し、オリンパス(株)製の金属 顕微鏡(GX-71)及び(株)日立ハイテクノロジーズ製の 走査型電子顕微鏡(S-3700N)により観察を行った。金 属顕微鏡観察の前処理には、10[%]シュウ酸水溶液中で 3[V]にて20秒電解エッチングを行った。



図3 インコネル 718 標準熱処理条件

条件 No.	溶体化処理条件	時効処理条件
1	982[℃]/1[h] 空冷	
2	1080[℃]/1[h] 空冷	718[℃]/8[h]→ 620[℃]/10[h] 空冷
3	-	

2.3. 機械的特性評価

機械的特性評価は、引張強さ、0.2[%]耐力及び伸び とした。評価に用いた試験片は、表4の条件で積層造 形後、図4、図5に示すように積層方向に対して垂直 方向と水平方向に切り出した各6本とした。試験片の 寸法は図6のとおりである。ワイヤ放電加工機により 切り出し後、フライス盤により積層造形時の凹凸を除 去し、サンドペーパーで加工変質層を除去した。作製 した引張試験片は、3本は熱処理せずに試験を行い、 3本は表3の条件1の熱処理を行った後に試験を行っ た。表面に生じた酸化スケールはサンドペーパーで除 去した。

引張試験には(株)島津製作所製の万能材料試験機 (AG-100KNXPlus)を用い、ひずみの測定にはビデオ式伸 び計を用いた。また、Correlated Solutions 社製の非 接触ひずみ測定システム(VIC-3D)を用い、デジタル 画像相関法(DIC)により、引張試験中のひずみ分布につ いて観察を行った。DIC 観察は、積層造形物に特有の

単位

ひずみ分布となるか確認するために用いた。

		~	· 12/122/		
溶接方法	電流 [A]	電圧 [V]	ワイヤ フィード [m/min]	トーチ送り [mm/min]	パス間温度 [℃]
CMT	195	17	9	600	200





図4 垂直方向の試験片切り出し位置模式図



図5 水平方向の試験片切り出し位置模式図



2. 4. 異種金属積層造形の検討

異種金属積層造形時の評価は、接合界面の硬さ測定 と引張試験により行った。試験片は、図7に示すよう に SUS316 製ベースプレート上に、表5の積層条件で造 形した。引張試験片は、図7に示したように接合界面 が試験片中央部になるように採取し、図6の形状に加 工を行った。硬さ試験片も接合界面から採取した。ま た、熱処理前後の硬度変化を調べるために、表3の条 件1で熱処理した試料を作製した。硬さ試験は、図8 に示すように積層造形部から溶け込み部、ベースプレ ート部にかけてライン状に測定を行った。測定は(株) 島津製作所製のマイクロビッカース硬度計(HMV-G21DT)を用いた。



図7 試験片切り出し位置模式図

表5 積層造形条件

溶接方法	電流 [A]	電圧 [V]	ワイヤ フィード [m/min]	トーチ送り [mm/min]	パス間温度 [℃]
Р	228	22.3	0	600	200
CMT	195	17	9	600	200



3. 結果

3.1.積層造形条件の検討

図9に内部観察結果を示す。なお、観察条件から、 ここで観察されているのは 0.5[mm]程度以上の比較的 大きい欠陥である。いずれの条件においても欠陥はわ ずかであり、入熱が大きいほど欠陥が少ないことが分 かる。図10には溶け込み部の断面観察結果を示す。 いずれの条件においても良好な溶け込みが得られてい るが、入熱が大きい方が溶けこみ深さが深く、ビード 幅も大きいことが分かる。

以上のことから、入熱の大きい方が欠陥が少なく、 溶け込みも深いため、望ましい条件であることが分か った。







試料No.3

武料No. 2

試料No. 4

図9 内部欠陥観察結果

	試料No.1	試料No.2	試料No.3	試料No.4
溶け込み深さ 「mm]	1.8	1.8	2.5	2.2
ビード幅 [mm]	7.6	9. 3	10.7	11.3
ビード幅 1/2P位置 [nm]	2.4	2.5	2.4	2.6

図10 溶け込み部の断面観察結果

3.2.熱処理条件の検討

図11に未熱処理品のYZ面の金属組織を、図12に 熱処理条件1、図13に熱処理条件2、図14に熱処 理条件3のYZ面観察結果を示す。いずれの試料もZ方 向に結晶成長している様子が見られた。また、走査型 電子顕微鏡(エネルギー分散型X線分析)による成分 分析結果を図15~19に示す。図15は母相の成分 分析結果である。図16は反射電子像において黒色に 見えた析出物の成分分析結果であり、結果からアルミ 酸化物であると推察される。図17は反射電子像中で 白色に見える相の分析結果であり、主な強化相である γ "相と考えられる。図18は、γ "相中に存在した 比較的小さい析出物の分析結果であり、結果から Nb、 Tiの炭化物系と考えられる。図16~18の析出物に ついては、いずれの試料においても同様に確認された が、図19の析出物は熱処理条件1のみで確認された。 図19は針状の析出物の分析結果であり、形状と組成 からδ相であると推察される。

表7には、各条件の硬さ試験結果と析出物の一覧を 示す。未熱処理品に比べ、いずれの条件においても硬 度が大きく向上していることが分かる。条件1と2は ほぼ同じ硬度であり、条件3はやや低い硬度となって いる。このことから、引張強さはいずれの条件でもほ ぼ同じ結果が得られると想定される。一方で、析出物 の大きさや分布が異なるため、高温強度やクリープ特 性では差が生じる可能性が高い。特に、熱処理条件1 では、針状の δ 相(Ni₃Nb)が生成している。 δ 相は主な 強化相である γ "相が変態することで発生する。一般 的なインコネル718 合金では、 γ "相による粒内強化 を重視するが、結晶成長方向に異方性がある積層造形 物では、粒界を強化する δ 相も重要になると考えられ る。今後、機械的特性の違いについて検証する必要が ある。



図11 未熱処理品の金属組織観察結果



図12 熱処理条件1の金属組織観察結果







熱処理 条件 No.	硬さ[HRC]	析出物の種類				
未熱処理品	19.2	γ "相、Nb, Ti 炭化物、 A1 酸化物				
1	45.3	 γ "相、δ相、Nb, Ti 炭化物、 A1 酸化物 				
2	46.2	γ "相、Nb, Ti 炭化物、 A1 酸化物				
3	43.0	γ "相、Nb, Ti 炭化物、 A1 酸化物				

表7 硬さ試験結果及び析出物の種類

3.3.機械的特性評価

引張試験結果を表8、表9に示す。表9には、 Inconel718 の ASTM 規格参考値も示す。結果から、熱 処理によって、引張強さ、0.2%耐力が大きく向上し、 伸びが低下することが分かる。ASTM 規格参考値と比較 すると、引張強さはやや低いものの、0.2%耐力と伸び は参考値を上回る結果となった。また、垂直方向と水 平方向を比較すると、いずれの項目においても差は小 さいことが分かる。図20には熱処理前の引張試験に おける垂直方向と水平方向の応力-ひずみ曲線を示す。 耐力点の位置は異なるものの、耐力弾性域、塑性域い ずれの傾きも同一であり、応力-ひずみ曲線からも方向 による差は小さいことが分かる。一方、当所でこれま でに実施したアルミ合金やステンレス鋼では機械的特 性に異方性が見られていた。図21に、ニッケル合金、 アルミ合金、ステンレス鋼のそれぞれの垂直方向/水平 方向の比を示した。値が1に近いほど異方性が小さい ことを表している。この図からもニッケル合金の異方

性が小さいことが分かる。

図22には、未熱処理品の引張試験のDIC 観察結果 を示した。結果から、積層造形物特有のひずみ分布は 見られず、展伸材と類似した結果となった。これは、 展伸材と同様の変形挙動となることを示しており、異 方性が小さいことも含め、切削加工から積層造形へ技 術を代替するには有利な結果と言える。

表8 熱処理前の引張試験結果

	引張強さ	0.2%耐力	伸び
	$[N/mm^2]$	$[N/mm^2]$	[%]
垂直方向	786	541	35
水平方向	770	520	36

表9 熱処理後の引張試験結果

	引張強さ	0.2%耐力	伸び
	$[N/mm^2]$	$[N/mm^2]$	[%]
垂直方向	1212	1105	23
水平方向	1128	1047	22
ASTM 参考值	1275	1034	12







図21 引張特性の垂直方向/水平方向比



図22 熱処理前引張試験のDIC 観察結果

3. 4. 異種金属積層造形の検討

SUS316 ベースプレートとニッケル合金積層造形界 面の硬さ試験結果を図23に示す。熱処理前は母材部、 積層造形部はどちらも同程度の硬度であるが、熱処理 後は溶け込み部、積層造形部の硬度が大きく向上して いることが分かる。引張試験時には、硬度が低い箇所 から優先的に変形するため、熱処理前の引張試験にお いて、SUS316 部で破断することを確認できれば、接合 界面及び積層造形部が十分な強度を持っていることが 分かる。

表10に熱処理前における引張試験結果を、図24 にはその時の破断時の様子を示した。硬さ試験では硬 度差はなかったものの、引張試験では母材部が優先的 に変形し、そのまま母材破断する結果となった。この ことから、SUS316上へニッケル合金を積層造形した際 には、接合界面及び積層造形部は母材以上の十分な強 度を有することが分かった。



図23 SUS316-ニッケル合金界面の硬さ試験結果

表10 熱処理前の引張試験結果

引張強さ	積層部伸び	母材部伸び	动艇合果
$[N/mm^2]$	[%]	[%]	收例但上国
586	7.6	69.4	母材部



図24 引張試験破断時の様子

4. 結言

ニッケル合金積層造形物の特性把握として、熱処理 前後における、垂直方向と水平方向の機械的特性評価 及び組織解析、異種材料接合時の接合強度評価を行っ たところ、以下の結果を得た。

・ニッケル合金を積層造形する際には、入熱の大きい 方が欠陥が少なく、溶け込みも深いため、望ましい条 件であることが分かった。

・ニッケル合金積層造形物の熱処理条件について、溶体化処理温度の違いによって硬さや、析出物の種類、大きさがどのように変化するのか確認した。硬さはいずれの熱処理条件においても向上するが、析出物の大きさや分布、種類が異なるため、高温強度やクリープ特性では差が生じる可能性が高く、今後調査が必要である。

・ニッケル合金積層造形物は機械的特性の異方性が小 さく、変形時のひずみ分布も展伸材と同様であること が分かった。また、熱処理によって引張強さ、0.2%耐 力が大きく向上する一方で、伸びが減少することを確 認した。

・SUS316 上へニッケル合金を積層造形した際には、接 合部、積層造形部が SUS316 母材部よりも高い強度を持 つことが分かった。

参考文献

- 安齋弘樹.複雑形状加工時の切削加工と金属積層 造形のコスト比較. 令和2年度福島県ハイテク プラザ試験研究報告. pp.21-24. https://www.p ref.fukushima.lg.jp/uploaded/life/678056_19 07239_misc.pdf,(参照2024-02-16)
- 2)上垣内梓.電子ビーム積層造形法により造形した Inconel718の微視組織とクリープ特性. 首都大 学東京大学院理工学研究科機械工学専攻修士論 文.平成31年.(未公刊)