金属 3D プリンタ造形物における残留応力と硬度の関係性

日本大学 理工学部 機械工学科 助手 名波 則路 (平成 28 年度 奨励研究助成 AF-2016233)

キーワード: AlSi10Mg アルミ合金, X線・中性子回折法, マイクロビッカース

1. 研究の目的と背景

金属 3D プリンタを用いて、ニアネットシェイプ、異種 材料接合、多孔質金属材や薄膜、難削材部品などの作製が 容易にでき、設計自由度が向上するので、その技術に大き な注目が集まっている。3D プリンタの造形では、図1に 示すように CAD データをスライスデータと呼ばれる、製 品形状を一定厚で輪切りにしたデータに変換し、自動的に 造形を行う。造形では工具や金型等が不要であるため、試 作や多品種・少量生産に適しており、柔軟かつ効率的な生 産システムの構築が可能となる。さらに、その加工法は材 料を積み重ねて製品形状を完成させるため、従来では成形 困難な複雑形状品やポーラス材などの造形が容易となり、 現状の加工技術の限界を突破できる潜在能力を有してい る¹⁾. 加えて、金属材料を使用する 3D プリンタ造形品で はエンジン部品等の高強度な耐熱製品への適用が期待で き、今後は試作品のみならず実製品の造形が望まれている.

主な 3D プリンタ造形では材料を熱によって溶融・凝固 させ,積層することで製品を完成させる.そのため,積層 時の過程で生じる熱膨張・収縮により造形品に残留応力が 発生し,疲労強度の低下といったリスク²⁾や,図2に示 すような反りや亀裂などの欠陥の発生,さらには造形不可 といったことが起こり得る.ゆえに,高精度な造形物を実 現するためにその残留応力分布を理解することは非常に 重要である.

本研究では、金属材料を使用する 3D プリンタにて単純 形状の試験片を作製、X 線回折および中性子線回折装置を 用いて発生した残留応力とその分布を非破壊的に測定し 調査を行う³⁻⁶⁾.また、硬度測定を行い、造形物の残留応 力と硬さの関係性について述べる.



図2 3Dプリンタ造形物の欠陥

2. 実験方法および条件

2・1 試験片の造形

残留応力の測定に際し試験片の造形を行う.本研究では Powder Bed Fusion 方式の金属粉末積層造形装置 EOS 社製 EOSINT M280 を使用し,材料として平均粒径が約25 µm⁷⁾ の鋳造用アルミニウム合金 AlSi10Mg 粉末を用いた.この ときの造形条件を表1に示す.

試験片の形状に関しては、対称性を考慮して図3に示す ような d=20 mm の円柱形状とした. 試験片には造形時の 土台であるビルドプレートから切り離していないもの(ビ ルドプレート付き)と、切り離したもの(ビルドプレート無 し)の2種類を用意した. また、図中にあるように測定方 向を決定するため試験片側面にマーカを設置しており、

表1 造形条件

Laser type	Yb - fiber laser	
Layer thickness	0.03 mm	
Temperature of the build plate	200 °C	
Atmosphere in a chamber	Argon	
Laser scanning pattern (Rotating about 67° for each layer	n+2 n+1 n	



(a) ビルドプレート付 (b) ビルドプレート無し図3 円柱試験片の形状

マーカ上をx軸, 直交方向をy軸と定義し, 積層方向をz 軸とした.ここで, 試験片の造形は EOS 社の推奨条件で 実施している.また, ビルドプレート付き試験片には1mm の切り代が設けられており, 切り離しはワイヤ放電加工に よって行われる. 試験片高さtは5~10mmで1mmずつ 変化させた計6種類を造形した.

2・2 X線回折法による応力測定

X 線回折法 (XDM) を用いて試験片表面層に存在する 残留応力を測定する.測定にはPANalytical 社製X'Pert PRO を使用し, sin² # 法によって残留応力を求める.

sin² ψ 法は図4に示すように, 試験片に照射した X 線が 測定部表面層の微小領域における結晶群の格子面で回折 する現象を利用する. そして, 応力によって変化した格子 面間に生じる平均的なひずみを測定することで,存在する 巨視的な応力を推定するものである⁸.

測定では,波長が既知である X 線を試験片に照射する ことで,Bragg の法則から波長と格子面間距離 d が比例し た際にその距離がわかる.このとき,波長と格子面間距離 d が整数倍になると強い回折強度が得られ,回折ピークが 現れる.さらに,回折ピーク時の回折角 2 θ と数点の異な るあおり角 ψ における sin² ψ 値の関係から,図 5 に示す 2 θ -sin² ψ 線図が描ける.そして,その線図の傾き M を最小 二乗法により求め,式(1)から残留応力 σ resid を算出するこ とができる.

$$\sigma_{restd} = K \cdot M \tag{1}$$

$$K = -\frac{E}{2(1+\nu)} \cdot \cot\theta_0 \cdot \frac{\pi}{180}$$
(2)

ここで、式中の K は応力定数と呼ばれる材料物性値であ り、式(2)より求められる.このとき、 $E/(1+\nu)$ は X 線的弾 性定数と呼ばれ、機械的なものと本来は異なる値である. しかし、アルミニウムに関しては両者がほぼ一致すること が示されている⁹⁰ので、一般的に使われている物性値とし て、縦弾性係数 E = 70 GPa、ポアソン比 v = 0.33、無ひず み状態の Bragg 角 $\theta_0 = 68.75^{\circ 10}$ を適用し、本研究では K =-178.6 MPa/deg.とした.



図4 X線回折法における応力測定原理



X線回折法による測定条件を表2に示す.測定点は図6 に示すように試験片高さt=9 mm, 10 mm はx軸上の計5 点, $t=5 \sim 8$ mm では同軸上の計3点とする.加えて,試 験片表面層の各測定点において半径・接線方向の2方向の 測定を行っている.使用した試験片はビルドプレート付き, 無しの2種類で実施する.このとき,照射面積は回折角2 θ およびあおり角 ψ によって変化している.

測定された X 線回折強度に対しては, ローレンツ偏り 因子および吸収因子の補正を行っており,以下に補正で使 用した式を示す.

$$\Phi(\psi, 2\theta) = \frac{\Phi_A(\psi, 2\theta)}{LP(2\theta) \cdot A(\psi, 2\theta)}$$
(3)

$$LP(2\theta) = \frac{(1 + \cos^2 2\theta)}{\sin^2 2\theta}$$
(4)

$$A(\psi, 2\theta) = \frac{\tan(90^\circ + \psi_0 - \theta)}{\tan\theta}$$
(5)

ここで、 $\phi(\psi, 2\theta)$ は補正後の、 $\phi_A(\psi, 2\theta)$ は補正前の回折強 度である.また、 $LP(2\theta)$ はローレンツ偏り因子、 $A(\psi, 2\theta)$ は吸収因子となっている.さらに、算出された残留応力値 には 1 $\sigma(68.3\%)$ 信頼区間 $\Delta\sigma_{resid}$ を設けており、式(6)によっ て算出される.このとき、式中の $t(n-2,\alpha)$ は sin² ψ 値の点数 から与えられる値である.

$$\Delta \sigma_{restid.} = K \cdot t(n-2,\alpha) \cdot \int_{1}^{\sum_{i=1}^{n} \{Y_i - (A + MX_i)\}^2} (G) (n-2) \cdot \sum_{i=1}^{n} (X_i - \overline{X})^2} (G)$$

表 2 XDM 測定条件

X-ray tube	Cu-Ka		
Tube voltage / current	45 V / 40 mA		
Diffraction plane	{4 2 2}		
Slit size	1.0×1.0 mm		
(Irradiation area)	(Variation by 2θ and ψ)		
$\sin^2\psi$ value	0.0 ~ 0.6		
	(Interval of 0.1)		
Temperature	25 °C		
in a chamber			



図6 XDM における測定位置

2・3 中性子線回折法による応力測定

中性子線回折法(NDM)を用いて試験片表面内部に存在 する残留応力を測定する.中性子線では X 線に比べて高 い透過性を有しているため,内部の残留応力分布を明らか にすることが可能となる.測定には J-PARC 物質・生命科 学実験施設の匠 -BL19-を使用し,飛行時間法によって残 留応力を求める.

飛行時間法は図7に示すようにパルス中性子線を試験 片に照射し,内部の照射領域内の結晶群で回折した中性子 線を検出する.このとき,中性子線の飛行距離が既知であ るため,回折角 2 θ を 90°に一定としたとき,その飛行時 間を計測することで中性子線の速度と波長 λ がわかり, Bragg の法則から入射中性子線に対して 45°の 2 方向の格 子面間距離 d を求めることができる.ここで,無ひずみ状 態との飛行時間の差を求めることで,格子面間距離 d の変 化量,すなわち,ひずみ ε を式(7)より算出できる.また, 算出されたひずみは複数結晶の平均的なひずみであるた め,連続体力学が適用される.したがって,式(8)より測 定領域内に存在する巨視的な応力を推定することができ る¹¹.

$$\varepsilon = \frac{d - d_0}{d_0} = \frac{\lambda - \lambda_0}{\lambda_0} \tag{7}$$

$$\sigma_{ij} = \frac{E}{1+\nu} \left(\varepsilon_{ij} + \frac{\nu}{1-2\nu} \varepsilon_{kk} \delta_{ij} \right)$$
(8)

ここで,式中の d_0 , λ_0 は無ひずみ状態の実測値であり, σ_{ij} は応力成分, ϵ_{ij} はひずみ成分を示し, Eは縦弾性係数,vはポアソン比, δ_{ij} はクロネッカーデルタである.本研究においては縦弾性係数およびポアソン比をアルミニウムの一般的数値として E = 70 GPa, v = 0.33 を使用している.



図7 NDM における応力測定原理

中性子線回折法で測定条件を表3に示す.測定点は図8 のようにx軸上の7点かつz軸の異なる3箇所の高さの計 21 点において,各測定点の半径・接線方向および積層方 向の3方向の応力を測定する.使用した試験片は、ビルド プレート無しの高さt=10mmのもので実施した.このと き,試験片のx-y軸面に1.5×1.5mm,z軸方向に1.0mmの 測定領域を持っている.加えて,試験片外縁部の計3点(図 8の試験片中心からの測定位置8,9,10mm)では,試験 片が測定領域内に収まらない箇所があるため,図9のよう に試験片を180°回転させ,逆方向から再度測定を行いデ ータの補完をし,応力の算出では2つのデータの平均値か ら求めている.

表 3 NDM 測定条件

Proton beam output	150 kW	
Distance between a neutron	40 m	
source and the specimen		
Distance between	2 m	
the specimen and a detector		
Pulse neutron	25 Hz	
Irradiation wavelength	$0.7 \sim 7.0$ Å	
Gage volume	1.5×1.5×1.0 mm	





2·4 硬度測定

マイクロビッカース硬さ試験機を用いて試験片表層部 の硬さを測定する. X 線回折法によって得られる残留応力 は,表面層の 17.1~34.9 μ m であることが既知であるため, 試験荷重を 500 g とし,その測定位置は, X 線回折法での 測定位置と同じ個所としている(図6参照).

3. 実験結果および考察

3・1 X線回折法による残留応力分布

3・1・1 ビルドプレート付き

図10は試験片高さ*t*=5~10 mm, ビルドプレート付きの*x*軸上の残留応力分布を示している.

(a)のときでは, 試験片中心において約40~50 MPaの圧 縮残留応力が表面層に存在しており,中心から外縁部に向 かって正方向に残留応力が増加しているのが見られる. (b)でも同様に,中心部から外縁部に向かって正方向に増 加する傾向が確認できるが,分布全体を通して圧縮残留応 力が(a)に比べて減少していることがわかる.さらに,(c), (d)では圧縮残留応力が減少して引張残留応力が現れ,中 心から外縁部に向かっての応力の変化,すなわち傾きが小 さくなっている.そして,(e),(f)では,より傾きが平ら になっており,(f)では概ね一様な分布を呈している.



図10 XDM による試験片(プレート付き)の残留応力

また,図10全体を通して,各々の半径・接線方向の応 力分布は,試験片中心から外縁部に向かって類似した変化 の傾向が見られた.加えて,(e),(f)では半径・接線方向 の残留応力値が(a)~(d)に比べ,その差が大きくなること も確認された.

3・1・2 ビルドプレート無し

図11は試験片高さ*t*=5~10 mm, ビルドプレート無しの*x*軸上の残留応力分布を示している.

(g)のときでは, 試験片中心において約 80 MPa の圧縮残 留応力が表面層に存在しており, 外縁部では約 20 MPa の 圧縮残留応力と正方向に大きく変化しているのが見られ る.(h)でも同様に, 中心部から外縁部に向かって正方向 に増加する傾向が確認できるが,図10と同じく分布全体 を通して圧縮残留応力が(g)に比べて減少していることが わかる.さらに,(i),(j)においても分布全体の圧縮残留応 力が減少し,中心から外縁部に向かっての応力の変化,す なわち傾きが小さくなっている.そして,(k),(l)では傾 きの変化は(i),(j)と相違ないものとなっているが,引張残 留応力が表面層に現れているのが確認される.

また,図11全体を通して,各々の半径・接線方向の応 力分布は,図10と同様に試験片中心から外縁部に向かっ て類似した変化の傾向が見られた.加えて,(j)~(l)では半 径・接線方向の残留応力値が(g)~(i)に比べ,その差が大 きくなることも確認された.

一方で、図10と図11を比較すると、同じ試験片高さ においてビルドプレート付きと無しでは、プレート無しの 方が分布の傾きが急になっていることがわかる.ここで、 表4にビルドプレート付きから無しによる偏差の変化を 示す.このように、数値からもばらつきの変化、すなわち、 傾きが急になっていることが確認できる.加えて、ビルド プレート無しは付きの試験片に比べて、表面層に存在する 残留応力が負方向(圧縮残留応力)に強く現れているのも 見られる.これらのことから、ビルドプレートを切り離す ことによって、プレート側との応力の釣合いが解放され、 応力値が減少するとともに、試験片中心から外縁部に向か っての応力分布の傾きが急になる.ゆえに、ビルドプレー ト切り離しに起因する応力分布の変化により造形品が変 化する可能性が高く、特に断面係数の低い形状では反りが 発生しやすいものと考えられる.

また、図10,11の結果において、半径・接線方向の 応力値の大小が逆転する現象も確認できる.ここで、本実 験で使用した装置、材料において1層あたりの溶融池が積 層方向に200~270 µmであることが示されている¹²⁾. X 線の浸透深さが約22~35 µmであることを考慮すると、 得られた応力値は最終層の溶融池内に存在するものと推 測される.ゆえに、試験片表面層に発生する残留応力は最 終層のレーザ走査方向が影響していると考えられ、応力と の関係性が見受けられる.



図11 XDM による試験片(プレート無し)の残留応力

表4 偏差の変化

Specimens	Radial		Tangential	
thickness	direction		direction	
5 mm	20.5	23.8	13.4	18.1
6 mm	12.4	19.1	10.2	12.5
7 mm	8.0	12.9	8.9	17.2
8 mm	4.6	13.7	4.3	14.6
9 mm	2.9	13.8	5.9	12.3
10 mm	4.3	12.9	1.5	16.3

3・2 中性子線回折法による残留応力分布

図12は、試験片高さt = 10 mm、ビルドプレート無しの x 軸上の残留応力分布を示している.この結果より、残留応力分布の傾向に関しては半径・接線方向ともに類似性が見られ、試験片上部、中部、下部それぞれにおいて試験片中心から外縁部に向かって同じ変化を示している.

半径・接線方向の応力分布については,試験片上部では 上に凸な分布となっているが,試験片中部では下に凸とな り,応力値も全体的に上部に比べて圧縮残留応力値が低く, 外縁部では引張残留応力も見られる.さらに,試験片下部 では再び上に凸な分布を成し,全体的に引張残留応力が現 れており,応力値は試験片上部から下部に向かって正方向 に変化していくことがわかる.

また,X線回折法のビルドプレート無し試験片高さt= 10 mmの結果(図11())と比較すると、中性子線回折法 での結果では全測定点で圧縮残留応力が現れていた.これ は、X線の浸透深さが約22~35 µmであるのに対し、中性 子線では試験片の積層方向に1.0 mmの測定領域を持つた めで、試験片表面層には引張残留応力を有するが、表面層 からX線測定領域外の試験片上部おいては圧縮残留応力 が支配的であると考えられる.

一方,積層方向の残留応力分布については,試験片上部 では約60 MPaの圧縮残留応力で概ね一様な分布を呈して いるが,中部では下に凸な分布を示し,全測定点において 引張残留応力を有している.試験片下部では上部と同様に 概ね一様な分布で,40 MPa程度の引張残留応力が現れて おり,こちらでも半径・接線方向の結果と同じく,試験片 上部から下部に向かって正方向に変化していくことがわ かる.

この異なる高さ位置における応力値は、半径・接線方向 および積層方向ともに上部の圧縮残留応力から下部に向 かって引張残留応力への変化しており、この残留応力値の 変化が造形品に反りといった欠陥の発生を引き起こす原 因となることが考えられる.



図12 NDM による試験片(プレート無し)の残留応力

3・3 残留応力と硬度

図13に、ビルドプレート付き試験片の硬さと残留応力 を、図14にビルドプレート無しの試験片の結果をまとめ る.ここでは. 圧痕の対角線の長さ測定しており、求めら れたビッカース硬さ HV0.5 に対して、平均化した残留応 力値との比較を行っている.これらより、試験片をビルド プレートから切り離すことで、引張残留応力が解放される が、硬度は変化しないという傾向がある.また、残留応力 と硬さの関係性は見受けられるが、本実験はマイクロビッ カース試験機を用いて実施しているため、表面粗さ影響が あり、硬さの値が安定しないと言う課題がある.



図13 試験片(プレート付き)の残留応力と硬さの関係



図14 試験片 (プレート無し)の残留応力と硬さの関係

4. 結び

本稿では以下のことが明らかになった.

- 試験片表面層ではビルドプレート付き,無しともに 試験片高さによって応力値が変化し,試験片が高く なるにつれて正方向に残留応力が変化する.
- ビルドプレート切り離し時にプレート側との応力の 釣合いが解放され残留応力分布が変化し、負方向に 残留応力が強くなると同時に、試験片中心から外縁 部に向かっての分布の傾きが大きくなる。
- 試験片表面層に存在する半径・接線方向の残留応力 は試験片高さによって変化しており、表面層におい てはレーザ走査方向との関係性が見受けられ、同方 向により強い正方向の残留応力を発生させる。
- ・ 試験片上部(X 線測定領域外)では圧縮残留応力が支 配的であり、そこから下部に向かって正方向の残留 応力へと変化する.
- 3D プリンタ試験片においても, 残留応力と硬さの関係性は見受けられる.

謝 辞

本研究は,(公財)天田財団奨励研究助成を受けて測定装置の備品を購入し,本学理工学研究科機械工学専攻足立隆 光氏の協力によって進められた.また,本学部機械工学科 星野倫彦教授にアルミ合金に関する助言を頂き,本学部機 械工学科李和樹教授,山田高三准教授,内田元助手に,マ イクロビッカース硬さ試験機使用のご指導を頂いた.本学 部物質応用化学科伊掛浩輝准教授,スペクトリス(株)瀬尾 公一氏にX線回折装置使用のご指導,(株)J3·D 岡田豊氏, 岡田大輔氏には,3D プリンタ造形物作製についてご協力 を頂いた.中性子回折応力測定はJ-PARC物質・生命科学 実験施設にて実施された.ここに謝意を表する.

参考文献

- 1) 藤田公子: Mizuho Industry Focus, 151 (2014), 17.
- 小栗泰造:大阪府立産業技術総合研究所報告,22 (2008), 9-10.
- 3) 足立隆光ほか:第 68 回塑性加工連合講演会論文集, (2017), 125-126.
- 4) T. Adachi, et al. : Proceedings of the 6th Pacific-Asia Conference on Mechanical Engineering, (2017), 8 pp.
- 5) 足立隆光ほか:日本機械学会関東支部第 23 期総会・講 演会論文集, (2017), 2 pp.
- 6) 足立隆光ほか:関東学生会第 55 回学生員卒業研究発表 講演会論文集,(2016),2 pp.
- R. Canili : PhD thesis part II, Politecnico di Torino Porto Institutional Repository, (2015), 64.
- 8) 日本材料学会: X 線応力測定法標準-鉄鋼編-(2002), .5.
- 9) 有間淳一ほか: 材料, 18-195 (1969), 1060-1065.
- 10) M. E. Fitzpatrick et al. : Measurement Good Practice Guide, 52 (2005), 31.
- 11) 秋庭義明: 材料, 54-7 (2005), 785-787.
- 12) 黒須信吾ほか:岩手県工業技術センター研究報告, 19 (2017), 37-38.