技術資料

Technical Data

ガスアトマイズ法における円環スリット型コンファインド

ノズルのスリット径とガス圧力が粉末特性におよぼす影響

関本光一郎*1,山浦圭祐*1,松木隆紀*1,鷲見芳紀*1,井上晋輔*2,森 浩一*3

Effect of Slit Diameter of Annular-Slit Confined-Feed Nozzle and Gas Pressure on Powder Characteristics in Gas Atomization

Koichiro SEKIMOTO, Keisuke YAMAURA, Takanori MATSUKI, Yoshinori SUMI. Shinsuke INOUE and Koichi MORI

Synopsis

Additive manufacturing (AM) such as laser beam powder bed fusion is a manufacturing process that can provide more design freedom than conventional processes while reducing material waste. However, the high cost of the spherical powders that are the raw material for AM is a barrier to its replacing the conventional process. Due to the requirement for specific powder characteristics such as flowability, bulk density, size distribution, and particle morphology for AM, gas atomization is a major manufacturing process. Therefore, in order to increase the yield of AM powder to reduce the cost, it is important to optimize process parameters in gas atomization. However, the effect of atomization parameters, including nozzle design on the particle morphology, is not adequately known. In this study, the influence of nozzle inner diameter and gas pressure on particle size and circularity were investigated using two annular-slit confined-feed nozzles with different slit inner diameters.



金属積層造形は、目的とする形状の 3D-CAD データ を薄いレイヤーに分割し、レイヤーごとに素材の溶融と 積層を繰り返すことで、ニアネットシェイプの部品を造 る製造技術である。切削や塑性加工といった従来の製法 では実現が難しい複雑な構造物を製造できるため、部品 点数や組立コストの削減を可能とする特徴を持つ. さら にはオンデマンドの部品製作や、使用する素材と廃棄物 の削減といった環境面での利点も期待されていることか ら,世界的な研究開発と産業用アプリケーションへの適 用が進められている¹⁾.

原料に粉末を用いる金属積層造形装置のうち,現在の 主要方式である,熱源にレーザーを使用するパウダー ベッドフュージョンにおいては,一般に粉末粒子径が 15-45 µm の微細な粉末が用いられる.また,装置内で 粉末の搬送とパウダーベッドへの敷き詰めが繰り返され るため,原料粉末には高い流動性と充填性を持つ真球形 状が好まれる²⁾.しかし,そのような球状の微粉末は粉 末製造工程での収率が低く,材料コストが積層造形の普

2021年10月21日受付

^{*1} 大同特殊鋼㈱技術開発研究所(Corporate Research & Development Center, Daido Steel Co., Ltd.)

^{* 2 ㈱}大同 ITソリューションズ (Daido IT Solutions Co., Ltd.)

^{* 3} 大阪府立大学大学院 工学研究科, 科博(Dr. Sci., Graduate School of Engineering, College of Engineering, Osaka Prefecture University)

及への課題の1つとなっている.そのため,従来の加工 技術を大きく置き換えていく状況には至っていない³⁾.

球状の微粉末の主要製法の1つとして,溶融金属を高 速のガスジェットで溶滴に分断し,冷却を経て回収する ガスアトマイズ法が挙げられる.この製法で得られる粉 末の粒度分布,形状,流動性,充填性といった諸特性の 最適化には,それらとアトマイズ工程の操業因子の関係 を知ることが必要となる.しかし高温の溶融金属と高速 のガス流により生じるアトマイズ現象は複雑なものであ り,実験による観察の難しさもあいまって,粉末特性と 操業因子の関係は完全には解明されていない.

そのような背景から、アトマイズ現象の解明、粒子形状とサイズ分布の予測、ガスノズル構造の最適化といった目的で、気体の単相流、あるいは気体と溶融金属の混相流を対象とした数値流体力学(Computational Fluid Dynamics, CFD)がさまざまな機関で活用されている^{4)~7)}.

そこで本稿では単相流の CFD を活用し、ガスアトマ イズ工程の操業因子のうち、リング状のスリットから ガスを噴出するコンファインド型ノズル(Annular-Slit Confined-Feed nozzle、ASCF)のスリット内径 Dと供給ガ スの圧力 P_N の2つが、生成される粉末のメジアン径 d_{50} と円形度 Cにおよぼす影響を調査した結果を報告する.

2. 実験方法

Table 1 に実験の概要を示す.はじめにノズルから噴出 するガスの流れを専用の実験設備で測定し,CFDの精度 検証を行った.この検証は設備制約から,Arガスを使用 して行った.

次にスリット内径 D が異なる 2 種類の ASCF を対象に, CFD と、ガスアトマイザーを用いた粉末の試作を実施した. この実験には N_2 ガスを使用し、試作の結果を CFD のガス流れと比較して考察した.

2. 1 CFDモデリング

Fig. 1に CFD モデル全体の計算領域と境界条件を, **Fig. 2**にノズル近傍の形状をそれぞれ示す.計算には商 用の流体解析ソフトウェア (Siemens PLM 製 Star-CCM+



Fig. 1. Geometry of the numerical domain and the boundary condition (full model).



Fig. 2. Geometry of the numerical domain and the boundary

condition with a zoomed view of the nozzle exit.

Ver. 13) を使用した.

計算対象のガス流れは速度が大きいため,流体の圧縮性が支配的と考えられる⁸⁾. そこで数値計算の負荷と安定性を考慮し,気体の運動方程式を Navier–Stokes 式から粘性項を省いた Euler 式とし,理想流体として取り扱った.計算は非定常陰解法で実施し,総メッシュ数は約 1.2×10^6 ,タイムステップは 1.0×10^5 秒とした.また 10 000 ステップの計算を行った時点で計算を終了した.このときガスは流入界面に供給ガス圧力 $P_{N_{cal}}$ で供給し,排圧は大気圧とした.

ガスの速度が音速の何倍かを示す無次元数のマッハ数 は、Star-CCM+ではスカラー値として扱われ、3次元の 全方向成分を包含する大きさとして表される。後述する 実験で得られるマッハ数は流れの中心軸方向の成分に限 定されるため、本稿では比較に用いるノズル中心軸方向 のマッハ数の計算値 M_{cal}を式(1)で算出した。

$$M_{cal} = |V_{g,cal}/V_{s,cal}| = |V_{g,cal}|/\sqrt{\gamma R T_{cal}}$$
(1)

ここで $V_{g,cal}$ はノズル中心軸方向の流れの速度ベクト ル計算値 (m/s), $V_{s,cal}$ は音速計算値 (m/s), γ はガスの

Table 1. Overview of the experiments and numerical simulations.

Step	Nozzle diameter <i>D</i> (mm)	Gas	CFD	Experiment				
				Schlieren imaging	Aspiration test	Velocity mesurement (pitot tube)	Atomization of melt	
1st	23	Ar	0	0	0	0		
2nd	23, 19	N ₂	0				0	

比熱比, *R* はガス定数 (J/(kg·K)), *T_{cal}* はガス温度の計 算値 (K) をそれぞれ示す.

ノズル直下の空間の圧力を示す吸引圧力の計算値 $P_{A,cal}$ は Ting らの報告⁹⁾を参考に、ノズルの溶融金属の流出 口が位置する同心円領域の静圧を受圧面積の加重平均で 除して算出した. また $M_{cal} \ge P_{A,cal}$ については計算の終 了時点から 50 ステップ分を遡り、おのおのを時間平均 した値を使用した.

CFD のノズルは Ünal がデザインした ASCF¹⁰ に近 い形状とし,スロート面積 *A**=136 mm²,開口断面積比 (出口面積 *A*/スロート面積) *A*/*A**=2.14,拡大部の長さ *h*=4.5 mm,スリット内径 *D*=23 mm とした.

2. 2 ガス流れの実験的計測

Fig. 3 に実験装置の模式図を示す.供給ガスの圧力 P_N はノズルのマニホールドに設置した圧力センサ,吸引圧 力 P_Aは溶融金属の供給部に相当する位置に設置した圧 力センサで測定した.ノズルから噴出するガスの流れの シュリーレン像は,流れに対して垂直方向に市販のダブ ルパス型システムシュリーレン装置(カトウ光研㈱製, SS-100)を設置し、カメラで撮影した.

ガスのマッハ数*Mは、ノズルの*中心軸上にガスの噴 出方向と対向するように、総圧管と静圧管の2種類のピ トー管を交互に取り付け、管を介した流れを圧力センサ で計測することで算出した.具体的には総圧管、静圧管 を介すことでそれぞれ総圧*P_t*、静圧*P_s*を得ることがで き、式(2)、(3)¹¹⁾を使用して*M*に換算した.

 $\frac{P_t}{P_s} = \left\{ \frac{(\gamma+1)M^2}{2} + 1 \right\}^{\gamma/(\gamma-1)}$ (M<1)(2)

$$\frac{P_t}{P_s} = \left\{\frac{(\gamma+1)M^2}{2}\right\}^{\gamma/(\gamma-1)} \left\{\frac{\gamma+1}{2\gamma M^2 - (\gamma-1)}\right\}^{1/(\gamma-1)} \qquad (M>1)(3)$$

ピトー管は,アクチュエータを使用してノズルのガス 出口から最大 100 mm の計測位置まで 1 mm 刻みで移動 させ,各点における *P*, *P*,を測定した.



Fig. 3. Schematic image of the experimental setup.

2. 3 粉末の試作と評価

実験には CFD と同一形状のノズルと、 A^* , A, h が等 しくDのみを 19 mm に変更したノズルの 2 種類を用い た. 5 kg の鉄系合金を高周波誘導炉で溶融し、約 2 000 K まで加熱した後に、タンディッシュに出鋼した. 溶融金 属はタンディッシュ底面に取り付けられた、溶融金属 供給管の直径 4.0 mm のオリフィスを介してノズルのガ ス出口近傍に供給され、鉛直下方に噴射する高速のガ スジェットによって溶滴に分断された後、冷却を経て 粉末として回収された. また、供給ガス圧力 P_N を 1.4-3.0 MPa までの範囲で変え、いずれも異なる条件で計 10 回の粉末の試作を行った. ガス/メタル比(Gas Metal Ratio, GMR)は、アトマイズガスの質量流量を溶融金 属の質量流量で除して算出した.

粉末の粒度はメジアン径 d_{50} で評価し、未分級の状態 でふるい分け法によって算出した.また粒子の円形度 Cは粒子画像分析装置(Malvern 製 MorphologiG3)を使用 して測定した.測定対象は 10-90 µm の粒子とし、円形 度を式(4)で算出後、おのおののセグメントにおける 最小/最大の粒径比が約 1.5 となる 10-15 µm, 15-25 µm, 25-40 µm, 40-60 µm, 60-90 µm の 5 つのセグメントに分 割し、おのおのの円形度の個数平均値 $C_{10.15}$, $C_{15.25}$, $C_{25.40}$, $C_{40.60}$, $C_{60.90}$ を求めた.

$$4\pi S/L^2$$

C =

ここで*S*は二値化した粒子の投影断面積(画素数), *L*は周囲長(画素数)を示す.

(4)

結果および考察

3. 1 CFDの精度検証(1st step)

Fig. 4に CFD における流れのガスの密度コンター図 を示す.供給ガスの圧力 *P_{Ncal}* が 4 MPa と 5 MPa の 2 条 件では、リングスリットから噴出するガスの膨張によ り、リング状のガスジェットに囲まれたノズル直下の空 間(再循環ゾーン)が狭くなり、同時にマッハディスク (垂直衝撃波)が形成された.

次に実験で得た各供給ガス圧力 P_N におけるシュリー レン像を Fig. 5 に示す.シュリーレン像の明暗は流れの 密度勾配に対応する¹²⁾. P_N が4 MPa と 5 MPa の 2 条件 では、CFD と同様に再循環ゾーンが狭くなる様子が観察 された.一方、マッハディスクは撮影像が不鮮明なため、 いずれの P_N においても観察されなかった.そこで CFD におけるマッハディスク形成のしきいとなる、 P_{Ncal} が3 MPa と 4 MPa の 2 条件を対象に、流れの中心軸方向の マッハ数分布をより詳細に調査した.



Fig. 4. Numerical contour plots of the gas density at inlet pressure of (a) 2 MPa, (b) 3 MPa, (c) 4 MPa and (d) 5 MPa.



Fig. 5. Experimental Schlieren images at inlet pressure of (a) 2 MPa, (b) 3 MPa, (c) 4 MPa and (d) 5 MPa.



Fig. 6に CFD における 3 MPa と 4 MPa の条件のマッ ハ数コンター図を, **Fig. 7**に式(1)で求めたノズル中心 軸方向のマッハ数 M_{cal} の分布をそれぞれ示す. M_{cal} がゼ ロとなり,流れ方向が切り替わる点が, 3 MPa の条件で はガス噴出口から 43 mm, 4 MPa の条件では 50 mm に 位置している. また 4 MPa の条件におけるマッハディ スクは 75 mm から 80 mm の位置に存在した.

Fig. 8 にピトー管で実測した流れのマッハ数 M の分 布を示す. 3 MPa と 4 MPa の条件において, ガス出口か らおのおの 42 mm と 47 mm 付近でマッハ数はゼロとなっ た. この結果は CFD による計算値と近い値となってい る. また 4 MPa の条件における 69 mm から 75 mm 位置 に, 3 MPa の条件にはみられないマッハ数の急激な減少 が観察された. このマッハ数の急減少は, CFD にみられ たマッハディスクに対応していると推察される. また, ガス出口からマッハ数がゼロになる位置, マッハディス クが形成する位置までの距離については, 誤差 10 % 程 度で再現できていると考えられる. 一方, 3 MPa の流れ におけるマッハ数分布の形状は良い一致を示していない.

次に CFD と実験値の吸引圧力の比較を Fig. 9 に示す. 両者の絶対値は一致していないが、供給ガス圧力 P_N が 4 MPa 付近までは P_A が減少、それ以降は増加する傾向 は共通している.また実験では P_N が 3.0 MPa と 3.3 MPa の間で P_A の急激な減少がみられた.











Fig. 8. Experimental Mach number profiles along the geometric centerline of the nozzle at inlet pressure of (a) 3 MPa and (b) 4 MPa.

コンファインドノズルのガス流れは一定以上の P_N に 達すると、マッハディスクを形成すると同時に再循環 ゾーンが狭くなり、 P_A が急激に減少することが知られ ている⁹⁾.本実験の P_N が4 MPa 以上の条件においても、 シュリーレン像(Fig. 5)から再循環ゾーンが狭くなっ たことがわかる.また CFD の結果から、マッハディス クの形成が推察される.これらから実験(Fig. 9)にみ られた 3.0 MPa と 3.3 MPa 間における P_A の急激な減少 は、 P_N の増加によって再循環ゾーンが狭くなり、主流 と逆向きに流れる循環流の流路が制限され、圧力センサ 直下の空間に供給されるガスの量が減少した結果と推察 される.

一方,衝撃波の位置を除くマッハ数分布の形状と P_A の絶対値が一致しない誤差の主要因としては,計算領域 のメッシュの粗さが考えられる.現実には CFD の粗い メッシュを跨ぐ形で衝撃波が発生し,ガス流れが急激に 変化するため,実験で得られた結果よりも CFD の方が, ガス流れの変化が少なくなっていると推察される.

以上より実施した CFD は実験を完全に再現するもの ではないが,現象の理解を深めるために活用できるもの と考え,3.2節の考察に使用した.

3. 2 粉末の試作(2nd step)

スリット内径 $D=23 \text{ mm} \ge 19 \text{ mm} \circ 2 種類のノズル形 状を対象とし、供給ガス圧力 <math>P_{N,cal} \ge 0.2 \text{ MPa}$ 刻みで変 化させて CFD を実施した。CFD で求めた $P_{N,cal} \ge 0.2 \text{ MPa}$ 引圧 力 $P_{A,cal}$ の関係を Fig. 10 に示す。 $D=23 \text{ mm} \circ 0$ ノズルは 2.0-2.2 MPa、 $D=19 \text{ mm} \circ 0$ ノズルは 1.6-1.8 MPa の間に急 激な $P_{A,cal}$ の減少が確認された。

Table 2 にガスアトマイズ実験による粉末の試作条件 と結果の一覧を示す. また Fig. 11, Fig. 12, Fig. 13 に 供給ガス圧力 P_N がガス/メタル比 GMR, メジアン径



Fig. 9. Comparison of aspiration pressure of argon gas between the numerical simulation and the experiment.



Fig. 10. Relationships between inlet pressure and aspiration pressure of nitrogen gas using two nozzles with different inner diameter of slits in the numerical simulation.

 d_{so} および 60-90 µm セグメントの円形度 $C_{60.90}$ におよぼ す影響をそれぞれ示す.また図中の破線は CFD で急激 な $P_{A,cal}$ の減少を示した $P_{N,cal}$ の値を示している.

D=23 mm と 19 mm のいずれのノズルも破線で示した 供給ガス圧力付近の値,具体的には前者は 2.1 MPa,後者 は 1.9 MPa の P_N を境として,より高圧の領域においては

Run no.	D (mm)	P _N (MPa(g))	GMR (-)	<i>d₅₀</i> (µm)	Mean circularity (-)				
					C ₁₀₋₁₅	$C_{_{15-25}}$	C_{25-40}	$C_{_{40-60}}$	$C_{_{60-90}}$
1	23	1.4	3.8	38.8	0.93	0.90	0.88	0.85	0.81
2	23	1.8	4.2	37.2	0.93	0.90	0.88	0.82	0.80
3	23	1.9	3.7	38.5	0.94	0.92	0.89	0.84	0.79
4	23	2.1	5.3	31.6	0.95	0.93	0.92	0.87	0.86
5	23	2.5	4.8	33.5	0.95	0.93	0.91	0.88	0.86
6	19	1.5	3.2	42.0	0.92	0.91	0.86	0.75	0.73
7	19	1.7	3.2	42.0	0.95	0.92	0.91	0.85	0.76
8	19	1.9	4.2	36.2	0.97	0.94	0.92	0.88	0.84
9	19	2.2	3.6	39.0	0.92	0.91	0.87	0.90	0.81
10	19	3.0	4.7	34.1	0.96	0.92	0.90	0.87	0.82

Table 2. Atomization parameters and results.

GMR の増加, d_{50} の減少, $C_{60.90}$ の増加がみられた. 一方, P_N と他セグメントの円形度 $C_{10.15}$, $C_{15.25}$, $C_{25.40}$, $C_{40.60}$ には 相関がみられなかった. また対象とする粒径の大きいセグ メントほど円形度が小さくなる傾向がみられた (Table 2).

Fig. 11 にみられる,破線よりも高い P_N における GMRの増加は,再循環ゾーンが狭くなりマッハディス クの形成が生じる圧力を境として,それより高圧の領域 において溶融金属の供給が不連続になり,ガスに対する 金属の質量流量が減少する現象^{13).14}と推察される.

また D=19 mm のノズルの方が D=23 mm のノズルより も小さい P_N で P_A の急激な減少が生じる理由は、リング状 のジェット間の距離(直径)が小さく、ジェットの干渉に よりマッハディスクが形成しやすいためと推察される。

Fig. 14 に GMR と *d*₅₀, Fig. 15 に GMR と *C*₆₀₋₉₀ の関係

をそれぞれ示す. GMR と *d*₅₀ に負の相関, GMR と *C*_{60.90} に正の相関がみられる.

Fig. 14 の結果は、GMR の増加によりアトマイズ実験に おけるガスエネルギーの入力が増加したため、 d_{50} が減少 したと考えられる。特に 3 MPa 以下の供給ガス圧力におい て d_{50} におよぼす GMR の影響が大きいことが知られる⁷⁾.

Fig. 15 の結果は、GMR の増加によって粉末の冷却 速度が増加¹⁵⁾し、凝固に至るまでに粒子の変形や凝集 が生じづらくなり、円形度 *C*₆₀₋₉₀ が向上したものと推察 される. また 10-60 µm のセグメントにおける円形度と GMR の間に相関がみられなかった理由は、比表面積が 大きい微細な粒子は GMR が小さい条件においても十分 に早くガスとの熱交換が行われて冷却されるため、上記 の差が生じなかったと考えられる.



Fig. 11. Effect of inlet pressure on gas to metal ratio in the atomization experiments (dashed line indicates pressure value that results in deep aspiration pressure in the numerical simulations).



Fig. 12. Effect of inlet pressure on median diameter of the atomized powders (dashed line indicates pressure value that results in deep aspiration pressure in the numerical simulations).



Fig. 13. Effect of inlet pressure on mean circularity of the 60-90 μm atomized powders (dashed line indicates pressure value that results in deep aspiration pressure in the numerical simulations).



Fig. 14. Relationship between gas to metal ratio and median diameter of atomized powders.



Fig. 15. Relationship between gas to metal ratio and mean circularity of the 60-90 µm atomized powders.



ガスアトマイズ法による鉄系合金粉末の試作におい て、リングスリットの内径 D が異なる2 種類のコンファ インド型ガスノズルを使用し、Dの値と供給ガスの圧力 P_Nが生成される粉末のメジアン径 d₅₀と円形度におよぼ す影響を調査した結果、以下の結論を得た.

- 1) P_Nが特定の値より大きくなると、ガス/メタル比 (GMR) が大きくなり、 d₅₀が小さくなる. 同時に 60-90 µmの粒子の個数平均円形度 C60-90が増加する. こ れは GMRの増加によるガスのエネルギー入力と粉末 冷却速度の増加によるものと推察される.
- 2) P_Nと 10-60 µm粒子の個数平均円形度の間に相関はみら れない、小さい粒子は冷却速度が十分に早いため、実験 した条件の範囲では違いが生じなかったと推察される.
- 3) 1) の効果が発現する特定のP_N値はスリット内径 Dに より変化し、実験に用いた D=23 mmのノズルでは 2.1 MPa, D=19 mmのノズルでは 1.9 MPaとなった. 後者 のほうが小さいP_N値となった要因として、スリット 内径が小さいノズルは小さいPN値でガス/メタル比 GMRの増加を促進する衝撃波(マッハディスク)が 形成されるためと推察される.

(文献)

1) Ana Vafadar, Ferdinando Guzzomi, Alexander Rassau and Kevin Hayward: Applied Sciences, 11 (2021), 1213.

- 2) 京極秀樹, 池庄司敏孝, 米原牧子: 近畿大学次世代 基盤技術研究所報告, 11(2020), 65.
- 3) NEDO: TSC Foresight, 32(2019), 1.
- 4) Daniel Schwenck, Nils Ellendt, Jörg Fischer-Bühner, Peter Hofmann and Volker Uhlenwinkel: Powder Metallurgy, 60(2017), 3, 198.
- 5) Norbert Vogl, Hans-Jürgen Odenthal, Markus Hüllen, Max Luh, Ilia Roisman and Cameron Tropea: "Physical and numerical modeling of close-coupled atomization processes for metal powder production", European Steel Technology and Application Days (ESTAD) Conference, 4(2019).
- 6) Peng Wang, Jing Li, Xin Wang, Heng-San Liu, Bin Fan, Ping Gan, Rui-Feng Guo, Xue-Yuan Ge and Miao-Hui Wang: Chin. Phys., B, **30**(2021), 027502.
- 7) Lianghui Xu, Xianglin Zhou, Jinghao Li, Yunfei Hu, Hang Qi, Wei Wen, Kaiping Du, Yao Ma and Yueguang Yu: Processes, **8**(2020), 1027.
- 8) 富田幸雄: 計測と制御, 18(1979), 673.
- 9) Jason Ting and Iver Anderson: Materials Science and Engineering: A, 379(2004), 264.
- 10) Ali Ünal: Materials Science and Technology, 4(1988), 909.
- 11) 日本機械学会編:流体計測法,日本機械学会, 2008, 78.
- 12) 遠藤正樹, 榊原洋子: 計測と制御, 52(2013), 124.
- 13) Jason Ting, Michael W Peretti and William B Eisen: Mater. Sci. Eng. A, 326(2002), 110.
- 14) Jason Ting, Jeffery Connor and Stephen Ridder: Mater. Sci. Eng. A, 390 (2005), 452.
- 15) Baolong Zheng, Yaojun Lin, Yizhang Zhou and Enrique Lavernia: Metall. Mater. Trans. B, 40(2009), 768.



鷲見芳紀











浩-森