

M.Furui

ねじり戻し調製による難押出し性軽金属材料の 低温・高速押出しプロセスの開発

古井 光明*

1. はじめに

近年では、日本の産業を支える製造業においても、地 球環境保全やコスト低減など社会ニーズへの対応を迫ら れている.押出しをはじめとする金属成形産業において も他ではなく、省資源・省エネルギーはもとより、加工 温度の低温化や加工速度の高速化による生産性の向上が 至上課題となっている.高速で押出し加工を行うことは、 生産性向上やコスト低減につながると共に、ストレッチ ャーによる形状矯正が可能な温度以上に形材温度が保持 されるため、矯正加工が容易になるメリットがある. ま た、押出し温度を低温に設定する方が微細なミクロ組織 が得られ,形材の機械的性質が飛躍的に改善される.今 後、情報家電製品のみならず、自動車をはじめとする輸 送機器や福祉機器などの様々な産業分野にマグネシウム 合金押出し形材の利用を拡大していくためには, マグネ シウム合金の特徴を活かしながら,押出しの生産性や形 材の品質などの問題を克服していかなければならない.

その一方、工業的に実用化されているシンプルな塑性 加工のひとつにねじり加工 ¹⁾がある. ねじり加工は被加 工材のねじり中心から表面に向けて, 導入されるひずみ 量が増加する原理的な特徴がある²⁾.図1のように、こ のねじり戻し加工を押出しの前工程に組み込み、押出し に先立ってビレットにねじり戻し加工を施すと, 多量の ひずみを付与されたビレット表層部が押出し時の雰囲気 温度やコンテナ,ダイスとの摩擦による加工発熱によっ て局部的に動的連続再結晶を起こし、微細粒組織を形成 する. 最密六方格子構造に起因して加工性に乏しいマグ ネシウムはまた本質的に結晶粒径依存性が高い材料であ り、結晶粒を微細化することによって延性が著しく改善 される³⁾. すなわち, ねじり戻しによって多量のひずみ を表層部に蓄積したマグネシウムビレットでは、主に微 細結晶粒組織の形成に伴う加工性の改善によって押出し 荷重が減少し、ひいては押出しの低温・高速化や押出し 比の増加をはじめとする押出し性の改善が図れる.また, 押出しコンテナやダイスの寿命向上,潤滑剤の無塗布も 期待できる.

環境調和性の高いプロセス制御型材料加工研究の一環 として、ねじり・ねじり戻し加工を利用した押出し用ビ レットの調製による低温・高速押出しプロセスを開発す ることが本研究の目的である.すなわち、押出し荷重の 効果的な低減をもたらす温度、速度、角度の各パラメー ターから成るねじり・ねじり戻し加工の最適条件を確立 する.また,ねじり・ねじり戻しによるせん断変形と押 出しによる高い静水圧のシナジー効果によって微細組織 を形成し,高強度と高靱性,良好な表面性状と耐食性を 併せ持つマグネシウム合金形材の創製を目指す.それら による知見に基づいて,さらなる結晶粒超微細化・ミク ロ組織制御に向けたねじり・ねじり戻し調製押出しプロ セスの設計指針を得る.



図1 ねじり戻し調製押出しプロセス

2. 実験方法

2.1 ねじり調製とその評価

直径 10mm, 長さ 230mm の市販 AZ31B マグネシウム 合金押出し丸棒に, 673K, 72ks の均質化処理を施した. 用いた AZ31Bマグネシウム合金の化学組成を表1に示す. その後, 片側回転式ねじり加工機を用い,室温, 473K, 523K, 573K, 623K の 5 種類のねじり開始温度において, 標点間長さ 150mm の試料が破断するまでねじり・ねじ り戻し加工を行った.ねじりの回転速度は 1rpm である. ねじり破断した 5 種類の試料は,均質化処理状態のそれ と共に,直径 10mm,高さ 15mm の圧縮試験片に加工し た. インストロン型万能試験機による圧縮試験は, 473 ~573K の温度にて, 10^{-3} ~ $10^{-1}s^{-1}$ のひずみ速度を用いて 実施した.

圧縮試験後の試料は機械研磨の後、ミクロ組織観察と 硬さ試験に供した.ミクロ組織観察は試料を機械研磨し た後、観察面を 10% 硝酸エタノールで腐食させ、光学 顕微鏡により実施した.硬さ試験はビッカース硬さ試験 機を用い,圧下荷重 0.96N,圧下時間 10s の条件下で行っ た.また、圧縮試験前の試料については、圧縮面とそれ に垂直な2面について、それぞれ中心部と端部でのX線 回折を行った.X線回折パターンは回折角度 20~80°の 範囲を 2.4°/min で走査し、CuKα線を用いて測定した.

^{*} 富山大学大学院理工学研究部(工学) 准教授

表1 供試材の化学組成

								(mass%)
AI	Zn	Mn	Са	Si	Fe	Cu	Ni	Mg
3.02	8.95	0.4	0.02	0.02	0.003	0.002	0.0004	bal

2.2 押出し加工の実施と最適条件の導出

直径 30mm, 長さ 230mm の市販 AZ31B マグネシウム 合金押出し丸棒に, 673K, 72ks の均質化処理を施した. その後, 片側回転式ねじり加工機を用い, 室温, 473K, 523K, 573K, 623K の 5 種類のねじり開始温度において, 標点間長さ 150mm の試料に対し, 等量のせん断ひずみ 約 0.6 を与える 270°ねじりと共に, 試料が破断するまで ねじり・ねじり戻し加工を行った. ねじりの回転速度は 1rpm である.

種々のねじり・ねじり戻し加工を施した試料は、その 評点間部より 40mm 長さの試料を切り出し、押出し加工 に供した.押出し装置は 400 トンプレス機に金属製コン テナやプランジャーを組み込んだものである.押出しは 473K, 523K, 573K, 623K, 673K の温度において、押出 し速度を 1mm/s, 10mm/s, 30mm/s, 50mm/s に変化させた. なお、押出し比は 47 一定である.押出し形材の機械的特 性は、ビッカース硬さ試験機による、圧下荷重 0.96N, 圧 下時間 10s のビッカース硬さ測定により評価した.

3. 実験結果および考察

3.1 ねじり・ねじり戻し調製とその評価

図2は圧縮温度473K, ひずみ速度10⁻¹s⁻¹の圧縮試験 より得られた真応力-真ひずみ曲線を示す. ねじりなし 材の応力が激減している. これは, 圧縮試験中に試料が 座屈したためである. また, ねじりなし材に比べて室温 ねじり材,623K ねじり材は最大圧縮応力が低下した.

この最大応力を圧縮試験温度についてまとめた結果を 図3に示す.ねじり加工した試料では,破線で表される ねじりなし材に比べて,圧縮最大応力が低下した.つま り,ねじり加工を与えることにより,その後の圧縮変形 に要する応力を減少させることができる.事実,573Kね じり材を 523K で圧縮すると,ねじりなしの試料に比べ て約30%もの応力低下が認められる.ただし,473Kね じり加工材を 473K で圧縮すると,最大圧縮応力はねじ りなし材とほぼ同程度であった.

図4は473Kで圧縮した試料の外観を示す. 圧縮に要する応力が高い473Kねじり材では,圧縮に対して45°方向に亀裂が進展して座屈する.一方,623Kねじり材では試料厚さ5mmまで均一に圧縮変形できることがわかった.

図5には圧縮試験前の試料断面の端部と中心部における平均結晶粒径の面積割合を示す.室温ねじり材では10 μ m以下の微細粒の面積割合が多いことに起因して,平均結晶粒径 \overline{d} が最も小さい.一方,図3の圧縮最大応力の結果に対応して,473Kねじり材はねじりなし材と同等な \overline{d} をもつ.ねじり材ではねじり温度が低いほど6つの平均結晶粒径範囲における面積割合が均一であり,ねじり温度の増加に伴って特に 60~70 μ m の面積割合が増

加して,全体的に不均一となる傾向がある.

図6は573Kで圧縮試験した試料の断面端部と中心部 におけるミクロ組織である.せん断ひずみ ε が0のねじ りなし材では,端部と中心部のミクロ組織の差が大きく, それに対応して硬さも有意差が確認される.一方のねじ り材では,ねじり温度が低いほど端部と中心部のミクロ 組織の差が小さく,試料断面において均一なミクロ組織 を呈す.ねじり温度が最も高い 623K ねじり材では,特 に中心部での結晶粒成長が顕著であり,端部と中心部の ミクロ組織の細かさはねじりなし材と同程度になる.

573K での圧縮試験により得られたひずみ速度感受性 指数 m 値を図 7 に示す. ここでは 0.4~0.8 の真ひずみに おける流動応力から求めた m 値をプロットしている. 超 塑性変形のしやすさの指標となる m 値は真ひずみが 0.2 において最も大きく,真ひずみの増加に伴って低下する. それらはいずれも超塑性の発現を示すしきい値 0.3 より も小さくなった.

図8は圧縮面端部のX線回折結果を示す.473Kねじり材と 623K ねじり材では、ねじりなし材において検出されなかった双晶面である(1012)と(1013)面のピークが確認された.





図3 圧縮試験より得られた圧縮最大応力





図4 圧縮変形した試料の外観



図5 平均結晶粒径の面積割合



図 6 圧縮試験後のミクロ組織





図8 圧縮面端部における X 線回折パターン

3.2 押出し加工の実施と最適条件の導出

室温,473K および 623K でねじりを加えた試料を種々 の温度で押出し加工したときの押出し最大荷重をねじり なし材と比較した結果を図9に示す.ここで押出し速度 は 1mm/s,押出し比はいずれも 47 である.473K ねじり 材では,先の図3の圧縮最大応力の結果に対応して,得 られる押出し最大荷重がねじりなし材のそれとほぼ同じ であった.すなわち押出し加工に先立って,473K で試料 にねじり変形を与えても,押出しの高速・低温化につな がるような荷重減少は得られない.一方,623K ねじり材 では押出し温度 523K において約 30%の顕著な応力低下 が確認された.623K ねじり材の押出し温度 573K におけるそれにほぼ等しいことから,323K の押出し低温 化が達成されたことになる.

表2は623Kねじり材を523Kで押出し加工したときの 押出し最大荷重の減少割合を押出し温度で整理した結果 である.図9にあるように,押出し速度1mm/sでは,ね じりなし材に対する荷重減少割合は30%であり,それは 押出し速度の増加に伴って小さくなる傾向がある.

以上の結果をまとめると、AZ31B マグネシウム合金に ねじり調製押出し加工を適用する場合の最適加工条件は、 ねじり温度 623K,押出し温度 523K,押出し速度 1mm/s となった.特にねじり調製によって、押出し温度の低温 化を実現できることを見出せたことが本研究の最大の成 果である.



図9 押出し最大荷重と押出し温度の関係

表2 押出し速度と押出し最大荷重の減少割合の関係

押出し速度(mm/s)	1	10	30	50
応力減少割合(%)	30	18	10	7

4. おわりに

マグネシウムの押出し加工性は,押出し条件の管理や 設備の改良,ダイス形状など実操業上の工夫や押出し用 の合金を設計開発することによってその向上が計られて いるものの,頭打ちの感があり,新たな発想に基づく革 新的技術による大きなブレイクスルーが求められている.

押出し性が悪いとされるマグネシウムの代表的な展伸 用合金 AZ31 を供試材とし,押出し荷重の低減に伴う, 押出し温度の低温化,押出し速度の高速化を目指したね じり・ねじり戻し調製押出し加工プロセスの開発を行っ た.顕著な成果として,最適加工条件でねじり調製押出 し加工した AZ31B マグネシウム合金の押出し最大荷重 は,ねじり加工を施さずに押出し加工したそれに比べて, 約 30%の顕著な減少が確認された.これは,AZ31B マグ ネシウム合金の実操業温度に比べて 323K の押出し低温 化が達成されたことになる.

謝 辞

本研究は、公益財団法人天田財団の平成19年度研究開 発助成(AF-2007021)として採択されたものである.こ こに記して同財団に心より御礼申し上げます.また,押 出し加工の実施にあたり多大なご協力をいただいた,富 山大学大学院理工学研究部(工学)の會田哲夫准教授に 謝意を表します.併せて,修士研究として実験を担当さ れた,富山大学大学院理工学教育部大学院生(現 パナ ソニックセミコンダクターエンジニアリング)の森田崇 広氏に感謝申し上げます.

参考文献

- 六田博,田中 巖,古井光明,佐治重興:軽金属, 53(2003), 20-26.
- 2) 加藤健三:金属塑性加工学,丸善,(1997),34.
- 3) H.Watanabe, T.Mukai and K.Higashi : Mater. Trans., 42(2001), 1200.