温間棒圧延による高強度マグネシウム合金の開発

物質・材料研究機構 材料信頼性萌芽ラボ 主幹研究員 井上 忠信 (平成 20 年度一般研究開発助成 AF-2008017)

キーワード:マグネシウム合金,組織微細化,特性向上

1.研究の目的と背景

結晶粒が微細化された金属材料は,強度・靭性を向上さ せるだけでなく,疲労,腐食,成形性や磁気・電気特性な ど様々な機能を向上させる可能性がある¹⁾.これらの機能 向上を検証するには,微細組織化されたバルク材の創成が 必要とされる.そのため,ECAP,HPT などのような強加 工手段が提案されているが,サンプルサイズに制限があり, かつひずみの定量性が希薄なため,個別現象の蓄積だけが 進み,普遍的な取り扱いがなされていない.これにより, 他のプロセスとの比較ができず,実機レベルでの加工プロ セスに展開できない.今後の実用化へ向けた取り組みとし ては,数値シミュレーションと実験を結合した研究手法 ^{2,3)}により,加工の進行に伴うひずみの蓄積とその空間分 布による組織および特性の変化を明らかにし,外形の変化 把握と共に,超微細粒組織形成の予測技術(形質制御技術) を構築することが必要である.

さて,棒線材圧延では,2本のロールに彫った一対の溝 が構成する孔型内に角ビレットを通過させて、断面積を減 少させる.被圧延材は,これらの孔型を組み合わせて断面 の上下と左右(多方向)から交互(非同時)に圧下を加え, 多パスで所定の径の棒線に成形される4). すなわち, 棒線 材圧延では多方向非同時加工が行われており,温間多方向 加工による微細組織創製に適した技術の一つと言える.こ れにより,特別な強加工手段を用いることなく,既存の圧 延技術で超微細組織を有した棒鋼の創成に成功している 3,5-7).そして,超微細粒組織創成の主因子である,被圧延 材に導入された蓄積ひずみの分布を数値シミュレーショ ンによって予測し,圧延材の組織,硬さとひずみに良い相 関性あることが実証されている^{2,5)}.このような研究手法 は,他の金属材料への展開も可能である.特に,溝ロール 圧延の場合,孔型通過の際には,圧延方向以外は拘束され ていることで,割れの抑制効果も期待でき,かつ導入した ひずみを定量的に把握できる効率的な加工プロセスであ る.

そこで,本報告では市販の Mg 合金 AZ31 を対象に,温 間域で棒圧延を施し,加工の進行に伴うひずみの導入とそ の空間分布を有限要素解析による数値シミュレーション で把握し,ひずみに伴う組織(結晶粒径,集合組織)変化 を調べ、それらと強度 - 延性バランス及び変形異方性との 関係を検討した.



図1 溝口ール圧延シミュレータとスクエア孔型

2.実験条件と数値解析条件

本研究で用いる溝ロール圧延機は,出力55kWのモータ を有し,圧延荷重はmax1500kN,ロール直径368mm,ロ ール回転数は26rpmである(図1参照).ロールには,計 18個の溝(スクエア孔型)が彫られており,1パス毎に被 圧延材を90°回転させ,次の溝に挿入して圧延を行い, これを繰り返すことで所定の断面寸法に仕上げる.また, 断面形状を正方形に制御するため,最後の溝では被圧延材 を2回通す.今後,特定の溝を指す場合は,対辺長さC を基準にして表示する.例えば,溝C=17.5mmはs17.5, C=7.9mmはs7.9と呼ぶ.

供試材は,市販のMg合金AZ31(3.0Al-1.0Zn-0.5Mn (mass%))の押出し丸棒材(420×90L)を用いた.初期組 織は,平均結晶粒径約25µmの等軸粒であり,硬さはHV=48 だった.まず,この供試材を200 に加熱して0.5時間保持 後,出炉し,直ちに無張力・無潤滑でs38.6の溝から圧延を 開始した.最後の溝を2回通した後,水冷した.採取され た試験片のC断面について,荷重4.9Nのビッカース硬さ試 験を行った.微細組織観察は,電子線後方散乱回折EBSD を用いた.それぞれの試料は,圧延方向に対して平行およ び垂直方向の中心近傍から試験片を切出し観察した.また, 室温における機械的性質を引張り(平行部長さ15mm×直径 3mm)ならびに圧縮試験(直径4mm×高さ8mm)により評価 した.

数値解析は,陽解法による三次元有限要素法を用い,1/1 モデルで行った.各要素は&節点ソリッド要素を適用し, ロールは剛体要素とした.要素数,節点数は,それぞれ 32256,35131 である.溝形状およびロール径,ロール回 転数は,全て実験と同じ条件で解析した.供試材の材料特 性として,円柱圧縮試験から測定した,温度,ひずみ速度 の依存性を考慮した応力-ひずみ曲線を用いた⁸⁾.また, 孔型と材料の摩擦特性は,摩擦係数0.3のクーロン条件を 用いた.なお,試験片温度は200 一定とした.

3.結果と考察

3·1 断面形状

図 2 (a, b)は,11 パス(15.8mm 角×490mm 長さ)と15 パス(10.6mm 角×1100mm 長さ)圧延後のそれぞれの C 断面形状を示す.各パスとも,断面はほぼ正方形になって いるのがわかる.なお,全ての圧延材に表面割れは観察さ れなかった.図 2 (c, d)に示されたように,数値解析から予 測された断面形状は,圧延結果とよく一致しているのがわ かる.



図2 溝ロール圧延後のC断面形状の比較

3・2 数値解析で予測された相当ひずみの大きさと分布 図3は,10.6mm角を有する棒鋼の最終4パス(12~15 パス)の累積相当ひずみEeg の等高線図と断面形状の履歴 を示したものである.また,図4は,7パス,11パス,15 パス後のε_{eq}分布を各方向について示したものである.ひ ずみεαは,断面中心で小さく,4つのコーナー近傍で最大 となる分布を示し、中心とコーナーのひずみ差はパスの増 加とともに大きくなる.また,累積減面率 Rarea から単純 に算出された相当ひずみε_{eq(red)} (7 パスでは 1.1, 9 パスで は 2.0, 15 パスでは 2.9) よりも大きなひずみが断面全域 に導入される.特に,15 パス圧延後では,コーナー近傍 のひずみは_{Ea(red)}の2倍以上となる.これは,摩擦による 影響だけでなく, 被圧延材がパス毎に 90°回転すること で,幅広がりした分が次のパスで圧下(多方向非同時加工) されたことによって,幅広がり分が考慮されていない ε_{ea(red)}に比べ大きくなったと言える^{5,8)}.



図4 圧延後に蓄積している相当ひずみε_{ea}の分布



図 3 15 パス圧延材の 12 パス以降の断面形状変化と相当ひずみ ε_{eq}の分布

3・3 相当ひずみにおける硬さと組織の変化

図5は,断面中心を対象に,数値解析で予測された ε_{eq} と圧延後に測定された硬さの関係を示したものである.なお,硬さは各圧延材において中心近傍を10点測定した. ひずみの増加に伴い,硬さは上昇しているのがわかる.本 圧延では,17パス(8.7mm角)でひずみ ε_{eq} =4.6が中心に 導入され,そのときの硬さはHV=78であった.なお,各 断面における硬さの分布を調べたところ,コーナー近傍で 硬く,中心近傍で軟らかくなった^{8.99}.この分布は,図3, 4で示したひずみの分布と良い相関性があった.



図5 断面中心でのひずみと硬さの関係

図6は、7パス、11パス、15パス圧延後の EBSD 測定 による逆極点図マップを示す.ひずみ ε_{eq} =1.4 が導入された 7パス圧延材(b, e)では、粗大粒(図中白矢印)と微細 粒の混粒組織を示し、 ε_{eq} =2.5の11パス材(c,f)では粗大 粒の割合が少なくなり、 ε_{eq} =3.7の15パス材(d,g)では全 面に約2.5µmの微細粒が形成されている.図5の硬さの結 果と比較すると、7パス材に見られた硬さの大きなバラツ キは組織が混粒だったことに起因し、整粒となる11パス ではバラツキが小さくなる.その後の硬さの上昇は微細化 の寄与と小角化粒界(亜結晶粒界)の増加と考えられる⁹⁾. また、ひずみの増加による微細粒形成と共に底面方位が比 較的緩和しているのがわかる.

3・4 引張りおよび圧縮試験

図7は, ひずみ速度10⁻³/s 一定の条件下で, 引張りおよび圧縮試験した結果を示す¹⁰⁾.パス数の増加, すなわちひずみ量が増加するに従い,伸びが大きく低下することなく, 強度が向上しているのがわかる.15パス圧延後の引張降 伏強度_{でtys}および引張伸びは,360MPa および12%であった. 圧延前の素材の特性は,それぞれ210MPa および12%であった. 圧延前の素材の特性は,それぞれ210MPa および12%であったことから,引張伸びを維持したまま1.7倍程度の強度 を有している.また,圧縮降伏応力_{でys}では295MPaであり, 供試材の応力120MPaから2.4倍程度増加している.すな わち,温間域での溝ロール圧延を施すことで,圧縮/引張 による降伏応力比_{でys}/_{でtys}が0.57から0.82に増加し,従 来展伸材で見られる強い変形異方性が低減されているこ



図6 (a) 圧延前と(b-g) 溝口ール圧延後の EBSD 測定による逆極点図.ここで,黒線は 15°以上の方位差角を示す.

とがわかった.図6の組織観察から,溝ロール圧延材の高 強度化は動的再結晶と連続再結晶¹¹⁾による結晶粒微細化 によるものであり,変形異方性の低減は底面方位が比較的 ランダムになったことに起因している.



図7 圧延材の(a)引張試験と(b)圧縮試験の結果

4. 結び

市販のマグネシウム合金 AZ31 を温間域の 200 で溝口 ール圧延を施し,導入された相当ひずみの大きさと分布を 有限要素解析で予測し,ひずみと硬さおよび組織の関係を 調べた.また,圧延材の引張および圧縮試験を実施した. 主な結果を以下に示す.

- (1) 粒径 2.5µm の微細組織を有する長さ 1000mm の長尺 なバルク棒材を既存の圧延プロセスによって創製する ことができた.
- (2) 圧延で導入された相当ひずみと硬さ,組織に良い相 関性が見られた.
- (3) 押出し材特有の強い底面方位が比較的ランダム化されたことで,圧縮/引張による降伏応力比が0.82となり,従来展伸材で見られる変形異方性が大きく改善された.
- (4) 微細化および底面方位のランダム化によって,市販 押出材と同じ引張伸び12%でありながら,1.7倍程度の 強度向上を実現した.

謝 辞

本研究の実施にあたり、(財)天田金属加工機械技術振興 財団より研究助成を頂きました.ここに感謝致します.

参考文献

- 第 177・178 回西山記念技術講座,日本鉄鋼協会編, 東京,(2002).
- 2) 井上忠信・落合朋之・殷福星・長井寿:鉄と鋼,93-11 (2007),693.
- 3) 井上忠信・鳥塚史郎・村松栄次郎・長井寿:鉄と鋼, 94-5 (2008), 164.
- 塑性加工便覧,日本塑性加工学会編,コロナ社,東京, (2006),83-131.
- T. Inoue, F. Yin and Y. Kimura , *Mater. Sci. Eng.* 2007, A466, 114.
- Y. Kimura, T. Inoue, F. Yin, K. Tsuzaki, *Science* 2008, 320, 1057.
- T. Inoue, F. Yin, Y. Kimura, K. Tsuzaki, S. Ochiai : Metall. Mater. Trans. A, 40-2 (2010), 341
- T. Inoue, H. Somekawa and T. Mukai: Advanced Engng Mater., 11-8 (2009), 654.
- 9) 染川英俊・井上忠信・シンアロック・向井敏司:第 58回塑性加工連合講演会, (2007), 261
- T. Mukai, H. Somekawa, T. Inoue, A. Singh, Scripta Mater., 62-2 (2010), 113.
- T. Sakai, J. J. Jonas, in *Encyclopedia of Materials: Science and Technology*, Vol. 7 (Eds: K. H. J. Buschow, R. W. Cahn, M. C. Flemings), Elsevier, Amsterdam (2001), 7079.