

航空機エンジン用 Ti-6246 合金の革新的な 鍛造プロセス・組織制御を実現するための 組織予測モデルの基盤構築

松本 洋明*

H. Matsumoto

1. まえがき

チタン(Ti)合金は軽量で、良好な耐食性、室温強度およ び高温強度を呈す事から航空機用を中心に実用展開され ている. その製造工程では主に熱間加工(700℃~1100℃)で 素形材が製造され,用途に応じて適切に加工・熱処理を介 し各種での組織制御が施される. Ti 合金における鍛造品 (例えば航空機エンジン用ディスク・ブレード部品)の一般 的な製造工程について,溶製された鋳塊の初めの塑性加工 過程では均質化を目的に高温(一般には 1000℃以上)での ベータ(β, BCC)鍛造でブレークダウンし、その後に組織形 態の制御を目的に分塊鍛造過程で等軸状の組織制御では (α+β)2 相域の温度で,他方で(α+β)相でのラメラ形態の制 御では β 相域の加工温度で鍛造加工が実施されビレット を製造する. その後, 同様に条件を最適化して製品形状へ の鍛造での成形加工が施される.この組織制御の過程にお いて高い室温強度・疲労特性を要求する部材では等軸組織 をベースとした組織制御が施され、とりわけβ加工された ラメラ組織から如何に加工過程で均質な粒状(等軸)組織 が得られるかが重要となる(α相の動的球状化の促進化). 本レポートではこのラメラ形態から等軸形態に組織変化 させる作用機構(動的球状化機構)について着眼する. 例え ば、Gao らの総説 ¹⁾を参照・概説すると、ラメラ組織の(α+β) 域での塑性加工過程にてラメラが捩じれるキンキングが 起き, それを起点として粒の分断・球状化が活性化・促進 される.加工でのひずみ量の増加とともにこのキンク部の 転位壁を起点としてα粒は分離(スプリット)する現象,も しくはこの転位壁より溶質元素が優先的に拡散して形態 として丸みを帯びて分断・球状化される現象がある. Ti 合 金の高温加工・組織変化において,本合金は積層欠陥エネ ルギーが高く、そのために加工過程で新粒が形成する動的 再結晶現象においては連続型(転位網の形成・サブグレン がひずみ量に対して連続的に回転して新粒を生成)で進行 するのが一般である²⁾. いずれにせよ, Ti 合金の鋳塊およ びラメラ形態を呈すビレットから段階的な熱間加工過程 にて均質な(α+β)等軸組織を得るためには、いかに動的球 状化,もしくは連続型の動的再結晶が活性化・促進される かが重要であり、これを実現するための加工条件(鍛造条 件)の最適化が重要となる.

本レポートでは,航空機エンジンに既に使用されている

Ti-6Al-2Sn-4Zr-6Mo(Ti-6246)合金をモデル合金として高温 加工過程における塑性流動特性および α 相の動的球状化 現象を対象とした加工条件と現象論の関係性について体 系化,またこの連関的な支配因子について物理モデルと併 せて機械学習を援用して明らかとすることを目的とする. また,本稿で紹介する内容は天田財団研究助成の成果(AF-2018026-B3「航空機エンジン用 Ti-6246 合金の革新的な鍛 造プロセス・組織制御を実現するための組織予測モデルの 基盤構築 -実験・計算の両面から-」)でもあり,加えて詳 細は学術論文 ³)でも報告していることから,より詳細な 内容ではそちらも併せて参照頂きたい.

2. 結果および考察

2.1 恒温鍛造と組織(実験)

図1は本研究でのモデル合金である Ti-6246 合金のラメ ラ出発組織を形成するための熱処理条件,および鍛造(圧 縮)試験の条件を図示している.加えて熱処理で形成した ラメラ組織も示している.この(α+β)ラメラ組織を出発組 織として多様な条件で鍛造加工を実施し,塑性特性および 加工組織(特にα相の動的球状化現象に着眼)を高精度に予 測する基盤技術に着目した.図2では750°C,850°Cの試 験温度,10⁻³s⁻¹,1s⁻¹のひずみ速度で試験した真ひずみ一真 応力曲線をまとめている.塑性流動の実線部が実験結果で 破線部がそれを摩擦・温度補正⁴した曲線である.これよ り高速変形ではピーク応力に達した後の加工軟化域が大 きく,温度補正の結果,応力値が高くなっていることから も加工発熱の影響が強く,それに伴い不均一変形が支配的



図1 鍛造加工スケジュール

となる(adiabatic shear banding を引き起こし,局所で加工発 熱された箇所からせん断帯が形成・不均一変形が起きる現 象である).他方で低速変形では定常変形の挙動を呈し, 動的回復もしくは Ti 合金特有の連続型の動的再結晶が活 発に起きていることを示唆している.



図2 応力・ひずみ曲線

代表的な加工組織を示すために,図3は加工温度850℃, 加工速度($10^{-3}s^{-1}$, $1s^{-1}$)で高温鍛造(高さ比 50%)した組織 (a1,2 SEM反射電子像, b1,2 圧縮軸に対する EBSD 方位像 (β))を示している. これよりより低速域での加工で α 相 (SEM 像での黒色相)は等軸化(球状化)される様子が観察で きる.これは低速域にて α 相の動的球状化が促進している ことを示唆している.出発組織では粗大な旧 β 粒中にラメ ラ状の α 相が分布した組織で,加工組織(図3(b1,2))よりラ ンダムな方位を呈す等軸な β 粒が形成されており,低速変 形でより β 粒が粗大化されている. これより α 相では動 的球状化現象が,他方では β 相では連続型の動的再結晶が 動的復旧過程で起きることが分かる.

図4はZener-Hollomon(Z)因子と動的球状化率(出発状態 でのα相のアスペクト比24が加工後で4以下になったα 相の頻度で計測)の関係性およびα粒径(もしくはラメラα 粒の幅径)を示している. Z因子は以下の(1)式で表され, 熱活性化過程に寄与するひずみ速度εおよび加工温度T を一元的な変数で現象論を議論することができる.

$$Z = \dot{\varepsilon} \exp\left(\frac{Q}{RT}\right) \quad (1)$$

R はガス定数(8.31 J/mol・K), Q は見掛けの変形の活性化 エネルギー(483.6 kJ/mol)である.これより Z 因子と球状化 率および α 粒径にてある程度良い線形的な相関性(図 4)が あり,動的球状化現象および粒径変化の現象論がそれぞれ で同様な熱活性化過程で支配されていることを示唆して いる.つまりは低 Z 側(熱活性化過程が強くなる高温・低 速域)で動的球状化と拡散が活性化された粒成長が促進す る.この動的球状化の現象論について概説すると加工でα-



図 3 鍛造組織(SEM, EBSD) (a1, b1) 850°C-10⁻³ s⁻¹, (a2, b2) 850°C-1 s⁻¹

ラメラが捩じれるキンキングが起き,そのキンク部を起点 として粒の分断と球状化が活性化される.熱間加工にて低 ひずみ量ではキンク部およびラメラ域内では不均一に転 位が集積した転位壁が形成され.ひずみ量の増加とともに, この転位壁から粒がスプリットする現象,もしくはこの転 位壁付近のラメラの窪みから溶質元素が優先的に拡散・進 行して,丸みを帯びた形態となり粒が分断され,αラメラ が等軸化・球状化される現象が起き,動的球状化が活性化 される.この Ti 合金の動的球状化現象・作用機構につい ては Gao らにより詳細にレビュー1)されていることから も詳細はそちらを参照頂きたい.

以上のように高温塑性およびそれに付随する動的復旧 機構(動的球状化,動的再結晶化,粒成長機構など)は熱活 性化過程に支配され,とりわけ3つの加工条件(温度,ひ ずみ速度,ひずみ量)に影響される.図4では同様なひず み量の状態での結果であり,この場合Z因子で良く相間・ 整理できるものの,ひずみ量を変数として考慮(追加)した 場合では塑性流動特性(応力値)および動的復旧機構が複 雑化しZ因子のみでは一様には整理することができない.



図4 Z因子と動的球状化率およびα粒径の関係

3 つの加工条件(温度, ひずみ速度, ひずみ量)を変量とし た塑性特性および組織変化に及ぼす連関性を定量的に議 論(現象論の体系化と支配因子の解明)するため, 次節では 一般的な物理冶金モデルとともに機械学習を援用した現 象論の解析・高精度な現象論モデルの構築を行った.

2.2 高温塑性(鍛造)と組織変化(物理冶金モデルおよび機械学習)

2.2.1 塑性流動特性

高温加工では,熱活性化過程の程度に依存して塑性機構 および組織変化機構(動的復旧機構)が複雑に連関するた めに現象論を統一的に解釈することは困難である.加えて, 出発組織の影響もあり、加工条件のみならず多様な影響因 子を考慮する必要がある.ここではラメラ組織を出発組織 とした Ti-6246 合金の高温塑性(塑性流動特性・応力値)お よび α ラメラの動的球状化現象について物理冶金式に基 づいた予測,および機械学習を援用した予測を試み,特に 影響因子(ここでは加工条件)の定量的解釈を試みた.

まずは塑性流動特性・応力値の計算結果について紹介す る.塑性流動・応力値での物理冶金式では簡易的に以下(2) 式の Norton-Hoff(NH)モデルから予測式を構築した.ここ ではすべての試験条件(750℃~900℃,10⁻³s⁻¹~1s⁻¹)の塑性特 性から非線形回帰分析から各種材料定数を最適化し(2)式 の計算式を構築した.最適化した定数項は式(2)に併せて 示している.



図 5 (a) NN アーキテクチャー,
 (b) 塑性流動特性 実験値・計算値

$$\sigma = \mathrm{K}(\varepsilon_0 - \varepsilon)^n exp\left(\frac{Q}{RT}\right) \qquad (2)$$

K= 36.02, *m*=0.134, *n*=-0.997, ε₀= 0.804, *Q*=22621 J/mol

またここでは機械学習による回帰も実施した.多様な機 械学習アルゴリズムの中からここでは汎用なニューラル ネットワーク(NN)を採用し、流動応力値を予測した.計算 ではオープンソースコードである Python-Scikit learn (v. 0.24.1) ライブラリを使用して機械学習を実施している.図 5(a)はNNのアーキテクチャーで、加工条件(温度,ひずみ 速度,ひずみ)を入力因子として1層の中間層と6個のニ ューロンを配置して回帰を実施した.計算結果の一例とし て図 5(b)に 850℃-1s-1の条件で鍛造した塑性流動特性を示 している.これよりいずれの計算結果(NH,NN)も高速変形 特有の加工軟化現象が観察されるものの(表現できている ものの), 応力値では物理モデルである NH との誤差が大 きく, これについて他の加工条件でも同様に NH との誤差 が観察されており、精緻に塑性流動特性(実験値)を予測す ることが出来ていない.他方でNNの回帰結果はより実験 値と近く,他の加工条件でも同様に精度よく塑性流動特性 を表すことができている.このように、機械学習で最適化 した回帰モデルの方がより塑性流動特性を精度よく表す ことができていることが分かるものの,機械学習による予 測では統計的・近似的な解釈であり,物理的意味を持たな いために(ブラックボックス化されている),得られた回帰 モデルから現象論を議論することができない.一方で適切 に特徴量解析を実施することで影響因子(ここでは複数の 加工条件)を定量的に解析・比較することができ、目的と なる物理現象において(目的変数)どのような役割を担う のか定量的に明らかにすることが出来る.より具体的には 次節での動的球状化現象の予測・回帰において紹介する.

2.2.2 動的球状化現象

動的復旧過程における動的球状化現象も同様に加工条件(温度,ひずみ速度,ひずみ量)と関係して現象論が変化する.以下では,この関係性における作用機構において現象論的な物理冶金(PM)モデルとともに機械学習を援用した解析結果について報告する.ここでPMモデルでは,動的球状化率 f_{DG} についてJohnson–Mehl–Avrami–Kolmogorov(JMAK)則(以下の(3-1)式)を適用して計算する. また非定常な加工条件の変化に対応するために,逐次的に変化する温度・ひずみ速度・ひずみ量からJAMK 則について全微分(以下の(3-2)式)を行い,非定常な加工状態については逐次に加算して計算する(以下の(3-3)式).

 $f_{DG} = 1 - \exp[-k \times (\varepsilon - \varepsilon_{\rm c})^n] \qquad (3-1)$

$$arepsilon_{
m P}=(5.5 imes10^{-3})\cdot Z^{0.0778}$$
 , $arepsilon_{
m c}=0.8\cdotarepsilon_P$





機械学習では様々なアルゴリズムから加工条件・動的球 状化率の関係からクラスタリング(Ward 法),および加工条 件と動的球状化率をリンクするための回帰手法として NN を採用して機械学習(Python-Scikit learn (v. 0.24.1))を実施し ている.機械学習アルゴリズムおよび使用したソースコー ドの概要については例えば文献 5)を参照されたい.また, 以下の機械学習では,加工温度(750°C~950°C),ひずみ速度 (0.001s⁻¹~1s⁻¹),相当ひずみ量(0.56~2.2)の範囲の条件で実験 的に計測された動的球状化率との関係からデータセット を構築・機械学習を実施している.本研究での NN 解析で は,加工条件である温度,ひずみ速度,ひずみ量を入力変 数(説明変数)として,また動的球状化率を出力変数(目的変 数)としてバイアス含め4つのユニットを入力変数として シンプルに1層の中間層(入力変数と同数のユニット)を配 置して回帰を実施している.

図 6 は全加工条件に対して動的球状化率を予測した JMAK 則および NN での最適化した結果であり,実験値と 予測値の相関性をまとめている.ここでの実験値および予 測値は図中に示した式から規格値を導出して,それを値と して表示しているため直接的に動的球状化率の値ではな いことは留意されたい.この図 6 より JMAK 則および NN の結果ともにおおよそ良好な正の相関性が観察されるも ののバラツキも大きく,予測精度も悪いことがわかる.先 述した塑性流動特性の結果とは異なり,NN においも予測 精度が悪い.これはすべての加工条件を包括的に取扱い, 一様に動的球状化の現象論を議論しようとしたためで支 配因子が加工条件毎で異なる可能性を無視していること



図7 クラスター分析(Ward法) デンドログラム図



図8 動的球状化率 実験値・計算値の相関性 (Gr. 1)

となる. そのため,加工条件を適切にクラスター化・分類 する必要があるものの,現象論から推定して適切な線引き をすることが出来ない. そのためここでは,機械学習とし て Ward 法で階層型クラスター分析を実施した. 図7はそ の結果であり,デンドログラム図にて分析結果をまとめて いる.ここでクラスター分析においては加工後組織の特徴 量に対して Ward 法でクラスター化している. 図7より, 大きく3つの条件域でクラスター化され特徴量をまとめ るとGr.1のクラスターでは高温・高動的球状化率に相当, Gr.2のクラスターでは低温・中動的球状化率に相当してい る.このように傾向として大きく3つの加工条件域で大別 することができることがわかる.次にそれぞれのクラスタ

表1 各クラスター(Gr.1,2,3)での NN 重要度解析結果

	Gr. 1	Gr.2	Gr.3
Temp.	0.18	0.03	0.46
Strain rate	0.14	0.56	0.42
Strain	0.68	0.4	0.13

一毎(加工条件を3つのクラスターに大別)で再度, JMAK 則および NN で計算・回帰を実施した. 代表的に図 8 は Gr.1 の加工条件でのみ JMAK 計算および NN した実験値 と計算値の関係性を示している.これより両者の計算結果 で良い相関性が観察され,明らかに図6で示した全データ の相関性と比較しても著しく相関性が改善されているこ とがわかる. 加えて, ここでは図示していないが Ward 法 で区分けされたクラスター 2,3 の加工条件においても同 様に良い相関性が確認されている. すなわち, 加工条件・ 加工組織に依存して(図7の区分けの通り)動的球状化を支 配する作用機構が異なり、そのために図6で示した通り、 全加工条件を包括的に計算・回帰した場合では低い相関性 を示したものと推察される(すなわち全加工条件で動的再 結晶の支配的な作用機構は同一ではないことを意味して いる). 次にそれぞれのクラスター毎で動的球状化に及ぼ す加工条件の影響度を定量解析した.表1は各クラスター で NN を実施した際の重要度解析を実施した結果である. ここでは数値が高い方が動的再結晶化に寄与する影響度 が高いことを示しており,興味深いことに各加工条件域 (クラスター毎)で影響度合いが異なることに気付く. すな わち動的球状化に及ぼす支配因子として熱活性過程の影 響が弱い Gr.3 の条件では温度およびひずみ速度が強く影 響し,他方で熱活性化過程が強い Gr.1の条件ではひずみ 量が影響因子として強く作用する. 逆に Gr. 2 の加工条件 ではひずみ速度が影響因子として強い影響を及ぼす.この ように,機械学習を適切に援用する事で加工条件毎にて作 用する現象論の支配因子を区分けする事が可能であり,そ れぞれの条件で動的球状化の現象論を解明・深化する上で 極めて有用な情報となる.

3. まとめ

本稿では,航空機エンジンディスク材で実用化されている Ti-6246 合金をモデル合金として鍛造過程における塑 性流動特性および組織変化(ここでは α 相の動的球状化現 象に着眼)の加工条件(加工温度,ひずみ速度,ひずみ量)と の関係性を定量的に明らかとした(支配因子の定量化).こ こでは物理モデルのみならず機械学習も援用して回帰を 実施し,支配因子について明らかとした.

謝 辞

本研究は、公益財団法人天田財団からの一般研究助成 (AF-2018026)により実施した研究に基づいていることを 付記するとともに、同財団に感謝いたします.

参考文献

1) P. Gao, M. Fu, M. Zhan, Z. Lei and Y. Li, J. Mater. Sci. Tech., 39, (2020), 56-73.

2) F. Humphreys, and M. Hatherly: Recrystallization and Related Annealing Phenomena. Oxford: Elsevier; 2004.

3) H. Matsumoto, ISIJ Int., 61 (2021) 1011-1021.

4) Y. Li, E. Onodera, H. Matsumoto, Y. Koizumi, S. Yu and A. Chiba: ISIJ Int., 51 (2011), 782.

5) S.Raschka, and V. Mirjalili: Python Machine Learning: Machine Learning and Deep Learning with Python, scikit-learn, and TensorFlow 2 (Third edition), Published by Packt Publishing Ltd. 2019.