高窒素オーステナイト鋼の加工硬化挙動の温度依存性に関する研究 Study of Temperature Dependence on Work Hardening Behavior in High-nitrogen Austenitic Steel

增村拓朗 ^{A)}, 馬天沢 ^{A)}, 土山聡宏 ^{A)}, Takuro Masumura ^{A)}, Tianze Ma ^{A)}, Toshihiro Tsuchiyama ^{A)} ^{A)} Kyushu University

Abstract

Dislocation density analysis was performed on five types of austenitic stainless steel, but only one was successful. The reason for this is unclear, but it is thought that it is necessary to optimize the measurement direction and measurement time to obtain a higher quality peak profile.

Keyword: dislocation density, modified Williamon-Hall/Warren-Averbach method, line profile analysis, austenitic stainless steel

1. はじめに

オーステナイト系ステンレス鋼は低温でも優れた 靭性を有する材料であり、極低温環境下での構造材 料として用いられている。一方で、構造材料として は低強度であるため、高強度化のために窒素を添加 することが有効であると知られている^[1-3]。

高窒素オーステナイト鋼は高い加工硬化性を有す る。これまでの研究においては、高窒素鋼でみられ る特異な転位配列の観点から加工硬化の議論がなさ れてきた。高窒素鋼では交差すべりが極端に抑制さ れ、転位が同一すべり面上に並んだプラナー転位列 が発達することがよく知られている^[1,2]。著者らは、 SUS316L(Fe-18Cr-12Ni-2Mo 合金)に窒素を約 0.45%添加した試料に対して室温での引張試験中の 転位密度変化を調査した^[1,2]。その結果、窒素添加に より総転位密度自体はほとんど変化しないことが明 らかとなった。すなわち、転位のプラナー化という 転位分布の変化により、後続転位がより大きなバッ クストレスを受けることで高い加工硬化率を示すと 結論づけている。

本研究では、高窒素鋼の加工硬化率の温度依存性 に着目した。一般的なオーステナイト系ステンレス 鋼では、温度低下に伴い積層欠陥エネルギー(SFE)が 低下し、交差すべりが抑制されることで転位密度が 上昇し、加工硬化率が高くなることが予想される。 一方で高窒素鋼では、上述の通り、転位密度だけで は説明できない加工硬化現象が生じるため、その温 度依存性についても一般的なオーステナイト系ステ ンレス鋼とは異なる可能性がある。そこで、まずは 77 K から 293 K までの温度で引張試験を行ったオー ステナイト系ステンレス鋼(SUS310S:Fe-25Cr-20Ni 合金)に対して中性子ラインプロファイル解析を行 い、転位密度および転位分布の評価を行うことを計 画した。

しかしながら、本研究で用いた JRR-3 の RESA-1 においてラインプロファイル解析を行った実績が無 かったため、はじめに最適な測定条件や解析手法の 確立を目指した。一昨年度では、転位密度が多く、 ラインプロファイル解析が比較的容易なマルテンサ イト鋼(SCM415)を用いて測定およびラインプロフ ァイル解析による転位解析を行った。その結果、5× 10¹⁴~4×10¹⁵ m²の転位密度範囲の解析に成功した。 昨年度には窒素を含まない一般的なオーステナイト 系ステンレス鋼である SUS316L の圧延材に対して 同様に転位密度解析を行ったが、1×10¹⁶ m² に近い 異常に高い値が得られ、解析の信頼性に疑問が残る 結果となった。その原因として、ピークプロファイ ルの質が悪いことや、本鋼種が比較的 SFE が低く、 積層欠陥や変形双晶がピーク形状に影響を及ぼした ことが考えられる。そこで本研究では、化学組成を 変えた 5 種類のオーステナイト鋼に対して、前回よ りクオリティの高いピークを取得してラインプロフ ァイル解析を行い、RESA-1 を用いた転位密度解析 の信頼性の検証を行った。

2. 実験方法

供試材として、Ni を多く含み、SFE が高いと予 想される市販の SUS310S (Fe-25Cr-20Ni 合金: mass%)、Fe-30Ni 合金および、前回用いた SUS316L と近い組成を持ち、炭素および窒素を微量添加した Fe-18Cr-12Ni 合金、Fe-18Cr-12Ni-0.1C 合金、Fe-18Cr-12Ni-0.1N 合金の計 5 種類のオーステナイト鋼を用 いた。1473 K-1.8 ks での固溶化処理後、水冷を行い、 オーステナイト単相組織を得た。その後、30%の冷 間圧延を行った試料に対して中性子回折測定を行っ た。また、ラインプロファイル解析用の標準材とし て、1473 K-1.8 ks の固溶化処理後、炉冷した SUS316L を準備した。

JRR-3 の RESA-1 を用いて、中性子回折測定を行った。FCC 構造の111、200、220、311、222 ピーク が現れる 2 θ として、40.861~47.526 deg. (111)、 45.352~56.317 deg. (200)、69.552~80.517 deg. (220)、 85.832~96.797 deg. (311)、91.152~102.117 deg. (222) の範囲で測定を行った。測定間隔は 0.043 deg/ch と した。測定用試料形状はおおよそ 5 mm×6 mm×20 mm とした。本測定に先立って、強度の高いピーク プロファイルを得るために、SUS310S を回転させな がら測定して集合組織解析を行い、各ピークにおい



Figure 1. Texture analysis in 30% cold-rolled SUS310S.

てピーク強度が最も大きくなる中性子ビームの入射 方向を選定した。

転位密度解析には、ラインプロファイル解析である modified Williamson-Hall/Warren-Averbach (mWH/WA)法を適用した^[3,4]。

3. 実験結果

3.1 集合組織解析

Fig. 1 は 30%圧延した SUS310S に対して集合組織 解析を行った結果を示す。オーステナイトで現れる 各ピークにおいて集合組織が発達していることが確 認されたため、それぞれのピークで最も強度が高 くなる方向にビームを入射した。

Fig. 2 は昨年度測定した SUS316L と本年度測定した Fe-18Cr-12Ni 合金のピークプロファイルを示す。 適切な入射方向を選択したことで、昨年よりも同じ 測定時間で高い強度が得られている。

3.2 転位密度解析

Fig. 3 は各試料の mWH プロットを示す。なお、 Fe-30Ni 合金は標準材とピーク幅がほとんど変わら ず、解析ができなかった。これは、SFE が非常に高 いため転位蓄積が促進されなかったことが原因であ ると考えられる。mWH プロットは理論的には直線 になるはずであるが^[5]、Fe-18Cr-12Ni 合金以外はピ ークがばらついており、解析の信頼性に疑問が残る。

mWA 法により転位密度を算出した結果、SUS310S で1.88×10¹⁵ m²、Fe-18Cr-12Ni 合金で1.76×10¹⁵ m² ²、Fe-18Cr-12Ni-0.1C 合金で4.10×10¹⁵ m²、Fe-18Cr-12Ni-0.1N 合金で6.36×10¹⁵ m²となった。昨年度の 結果より全体的に転位密度は低くなり、妥当な結果 が得られているように思えるが、mWH プロットで



Figure 2. Neutron line profiles in 30% cold-rolled SUS316L (2023) and Fe-18Cr-12Ni alloy (2024).



Figure 3. mWH plots.

直線になっていない合金においては解析の信頼性は あまり高くない可能性がある。

4. まとめ

以上の結果より、Fe-18Cr-12Ni 合金においては妥当 な解析結果が得られていると考えられるが、mWH プロットがばらついている他の合金についての結果 の信頼性には疑問が残る結果となった。検証のため の解析数が足りず、その原因については明らかでは ないが、測定方向や測定時間を考慮して質の高いピ ークプロファイルを得ることが重要であると考えら れる。また、Fe-30Ni 合金のように転位密度が低く、 ピーク幅が小さい材料ではそもそも解析が難しいこ とが明らかとなった。

参考文献

- [1] 增村拓朗, 瀨戸雄樹, 土山聡宏, 木村謙: 熱処理, Vol.59 (2019), pp.222-229.
- [2] T.Masumura, Y.Seto, T.Tsuchiyama and K.Kimura: Mater. Trans., Vol.61 (2020), pp.678-684.
- [3] T.Ungár and A.Borbély: Appl. Phys. Lett., Vol.69 (1996), pp.3173-3175.
- [4] T.Ungár, S.Ott, P.G.Sanders, A.Borbély and J.R.Weertman: Acta Mater., Vol.46 (1998), pp.3693-3699.
- [5] S.Takaki, T.Masumura and T.Tsuchiyama: ISIJ Int., Vol.58 (2018), pp.2354-2356,