BL-8A, BL-8B/2013G712

# 金ナノ結晶材料の結晶子格子定数の低温温度変化 Temperature Change in Lattice Constant of Nanocrystalline Gold below Room Temperature

谷本久典 <sup>1,\*</sup>, 鈴木孝侑 <sup>1</sup>, 佐藤隆洋 <sup>1</sup>, 佐賀山基 <sup>2</sup>, 熊井玲児 <sup>2</sup> <sup>1</sup>筑波大数理物質物性分子, 〒305-8573 つくば市天王台 1-1-1 <sup>2</sup>高エネ機構物構研, 〒305-0801 つくば市大穂 1-1

Hisanori Tanimoto<sup>1,\*</sup>, Kosuke Suzuki<sup>1</sup>, Takahiro Sato<sup>1</sup>, Sagayama Hajime<sup>2</sup> and Reiji Kumai<sup>2</sup>
<sup>1</sup>Inst. Pure and Applied Sciences, University of Tsukuba, 1-1-1 Tennoudai, Tsukuba, 305-8573, Japan
<sup>2</sup>Inst. Materials Structure Science, 1-1 Oho, Tsukuba, 305-0801, Japan

### 1 はじめに

平均結晶粒径(d)が~100nm 以下の超微細多結晶材 料はナノ結晶材料と呼ばれており、結晶粒界の体積 割合の著しい増大や結晶子のナノサイズ化により、 通常の多結晶材料 ( $d > \sim \mu m$ ) には見られない特異 物性が発現し、注目を浴びている。例えば、金属系 ナノ結晶材料ではある程度の塑性変形能を有しなが らも強度の著しい増大が報告されている。一方で、 我々は高密度かつ高純度金ナノ結晶材料(n-Au)の擬 弾性測定において、約 200K 以上で結晶粒界に起因 する内部摩擦(動的弾性エネルギー損失)の急増を 観測しており、この温度付近で結晶粒界に何らかの 状態変化が生じていると考えている [1]。 さらに実 験室系で測定した n-Au の X 線回折から、室温にお いて n-Au の格子定数は通常の金多結晶材料(p-Au)に 比べて約 0.05%小さいことを見出しており[2]、200K 付近での粒界状態変化に伴いこの格子収縮にも影響 が現れる可能性が考えられる。そこで、n-Auの結晶 粒界及び結晶子状態について明らかにするべく、 KEK-PF の BL-8A&8B にて n-Au の格子定数温度変 化を約80~300Kの温度範囲で測定した。

## 2 実験

結晶粒界にはポアやクラック、不純物汚染などの構造欠陥が導入されやすく、これらは物性に大きな影響を与える。結晶粒径のナノ微細化に伴う結晶粒界及び結晶子状態の変化の把握・検証のためには、これらの構造欠陥を極力抑制した高品質金属ナノ結晶材料が必須である。そこで、純度 99.9999%以上の高純度 He 中で金属ナノ粒子をガス中蒸発法にて作製し、ガスジェット流を用いて数ミリ秒内へ基を上に堆積固化させるガスデポジション法を用いる上に堆積固化させるガスデポジション法を用いるとで n-Au リボン状試料を作製した。作製した n-Auの通常の金多結晶材料(p-Au)に対する相対密度は98%以上、実験室系での X 線回折における線幅から求めた平均結晶粒径は約 30mm である。

約 200K での粒界状態変化に伴う格子定数の温度変化の異常について調べるため、KEK-PF の BL-8A または 8B にて、エネルギー11keV とし、ヘリウムまたは窒素ガス吹付法により 80~300K の温度にて

デバイシェラーリングを測定した。得られたパターンを2次元化し解析することで格子定数を求めた。

# 3 結果および考察

図 1 に異なる 3 つの n-Au に対して得られた格子 定数の温度変化の様子を示す。比較のため、p-Auに 対して報告されている温度変化の様子も示す。今回 測定に用いた3つのn-Auはいずれもp-Auに比べて 室温で約 0.1%格子収縮を示している。n-Au-1 及び-2 の試料では約80Kまでその格子収縮状態は保たれた ままで変化は見られなかったのに対して、n-Au-3で は p-Au に比べて温度変化率が小さく、温度低下と ともに p-Au の値に漸近し、約 80K で p-Au の値に 近くなった。ここで、いずれの n-Au でも作製直後 には各結晶粒の(111)面が試料膜面に平行となる強い (111)優先配向が共通して見られるが、その傾向は n-Au-1 及び-2 のほうが n-Au-3 に比べて特に強い。-方、前述の 200K 以上での内部摩擦の増大は n-Au-1 及び-2 に比べて n-Au-3 のほうが大きい傾向がある。 これまでの研究から、n-Au-1 及び-2 の特徴を持つ試 料の結晶成長開始温度は約 400K 以上であるのに対 して、n-Au-3 の特徴を持つものでは約 350K 以上、 また前者では粒成長後も(111)配向性が保たれる傾向 が強いが後者では(200)配向となる。これらは、n-Au-1 及び-2 の結晶粒界は n-Au-3 に比べると安定な 状態となっており、このことが図 1 に示す格子定数 の温度変化の違いに反映されていることが考えられ る。また、前述したように本研究では Au ナノ粒子 を基板に堆積固化させることで n-Au 試料を作製し ているが、Au ナノ粒子の堆積速度が高い場合に n-Au-3 と同様な特徴を持つ試料(type-H)となること、 それに対して低い場合に n-Au-1 や-2 と同様な特徴 を持つ試料(type-L)となることが分かっている[1,2]。

焼鈍による結晶粒成長に伴う試料長さ及び格子定数変化、また陽電子寿命測定から、作製直後のn-Auにはp-Auに対する融点直下での濃度に匹敵する多量( $\sim$ 10 $^4$ )の空孔型欠陥が含まれていることが示唆されている[2]。加えて、金属材料では原子空孔導入に伴い周囲の格子が収縮することが知られており、

作製直後の n-Au で観測される格子収縮も、試料内部に多量の空孔型欠陥定数の減少が存在していることを示している。擬弾性測定において 200K 以上で結晶粒界に起因する内部摩擦が発現・急増し始めによる吸熱傾向(比熱の増大)が観測されており、ことを示しているが、その温度域において図1にないるとを示しているが、その温度域において図1にで発力には屈曲などの特徴的な変化には屈曲などの特徴的な変化に現時点で見られていない。金属ナノ結晶材料のすは現時点で見られていない。金属ナノ結晶材料のすばりな物性の把握及びその原因機構の解明に向けるで、作製条件による結晶粒界の安定性の違い及び擬弾性や熱物性と格子定数との関係について、さらに調査を進めていく予定である。

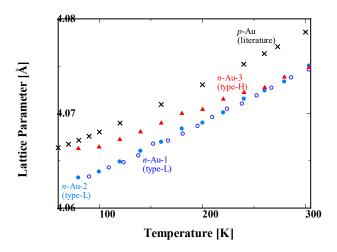


図1 異なる3つの金ナノ結晶材料(n-Au)に対して 測定された格子定数の温度変化。n-Au-1及び-2試料 とn-Au-3試料では作製直後の結晶方位配向性など の特性がことなる(本文参照)。参考までに通常の 金多結晶材料(p-Au)に対して報告されている格子定 数の温度変化も示す。

# 4 <u>ま</u>とめ

擬弾性測定や熱分析の結果では約170~200Kにて結晶粒界状態の変化が示されているが、今回のX線回折測定結果を見る限りでは結晶子に関してその温度域で対応するような変化は見られなかった。しかしながら、作製条件に起因する結晶粒界状態により格子定数の温度変化率に差が見られ、その詳細及び原因については現時点では不明であるが、結晶粒界と結晶子の状態の間には何らかの相関があることが新たに分かった。金属ナノ結晶材料に特有の特異物性の把握及びその原因機構の解明に向けて、今後とも更に研究を進める予定である。

### 参考文献

- [1] H.Tanimoto, Solid State Phenomena, 184 (2012) 42-51
- [2] Tanimoto, H., Sakai, S., Kita, E. and Mizubayashi H. Mater. Trans., 44, (2003), 94-103.