# 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 <u>はじめに</u>

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 >~µm)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 <u>実験</u>

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板 上に堆積固化させるガスデポジション法を用いるこ 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 30nm 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。一 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(~10<sup>4</sup>)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・急増し始める ことや示差熱分析では約 170K 付近で結晶粒界によ る吸熱傾向(比熱の増大)が観測されており、これ らは結晶粒界が170~200K で状態変化をしているこ とを示しているが、その温度域において図 1 に示す 格子定数の温度変化には屈曲などの特徴的な変化は 現時点で見られていない。金属ナノ結晶材料の本質 的な物性の把握及びその原因機構の解明に向けて、 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>まとめ</u>

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.