BUNSEKI KAGAKU Vol. 55, No. 6, pp. 405–410 (2006) © 2006 The Japan Society for Analytical Chemistry

報 文

# 窒化チタンを被覆した炭化タングステン-コバルト合金の 残留応力測定に対するインプレーン X 線回折法の適用

鷹合 滋樹<sup>®1</sup>,安井 治之<sup>1</sup>,粟津 薫<sup>1</sup>,佐々木敏彦<sup>2</sup>, 広瀬 幸雄<sup>2</sup>, 桜井 健次<sup>3</sup>

本研究では、化学的蒸着により作製した TiN コーティング炭化タングステン(WC)-Co 超硬合金の残留 応力を測定するためインプレーン回折方法を適用した.本法により、膜のみの回折像を基板からの影響をう けることなく得ることができた.はん用の X 線回折計の場合,試料に対する X 線の侵入深さは数 µm であ るが、表面すれすれの X 線入射によって、約 0.2 µm の深さの情報を得ることができる.それぞれの手法を 組み合わせることで、膜の深さ方向の残留応力分布を評価することができた.また、結晶配向をもつ膜に対 しても本手法は面内角が一定である本手法は、回折強度の不均一さの影響を受けにくいことが分かった. TiN 膜には膜と基板の界面付近において機械的性質及び熱膨張率のミスフィットの影響による引張の残留応 力が発生しており、その分布は深さによって異なっていることが分かった.

# 1 はじめに

Ti系化合物コーティングによる表面改質は,工具や各種金型部品の耐摩耗性,耐疲労強度特性を向上させるための技術として活用されている<sup>1)2)</sup>.ところが成膜時や使用中の外部負荷環境による残留応力・ひずみの発生が,膜の 刻離やき裂の発生(進展)に影響し,材料の寿命を縮める恐れがあり,その解明が重要事項となっている<sup>3)~5)</sup>.特に CVD(化学的気相蒸着法)-TiNを被覆した超硬合金の場合,成膜時に発生する引張応力との関係を明らかにする必要がある<sup>6)</sup>.

一方,薄膜の残留応力測定法は、X線回折を利用したX 線応力測定法が中心であり,非破壊でその値を直接求める ことができる<sup>7)</sup>.また,薄膜特有の集合組織をもつ複雑な 材料に対しても種々の解析法が提案されている<sup>8)~10)</sup>.し かしはん用のX線装置( $\theta ~ 2 \theta$  走査)の場合,金属材 料等に対する侵入深さは数  $\mu$ mのため厚さ 1  $\mu$ m 以下の薄 膜や極表層部の情報の評価にはおのずと限界がある.この ような問題に対し,試料表面すれすれにX線を入射させ るインプレーン面内回折法(以下 In-plane)を使うことで, はん用機では測れなかった領域の残留応力測定が可能とな る.In-plane 法のこれまでの主な適用例としては,Cu板 の応力測定<sup>11)</sup>,ハードディスクや DVD 等記録媒体の結晶

1石川県工業試験場: 920-8203 石川県金沢市鞍月 2-1

<sup>2</sup> 金沢大大学院自然科学研究科システム創成科学専攻:920-1192 石川県金沢市角間 構造評価<sup>12)</sup>に使われているが,配向性をもつ薄膜材料や実 機材の応力測定に対する検討は十分されていない.

本研究では CVD-TiN 膜を被覆した炭化タングステン (WC) -Co 超硬合金に対し, In-plane 測定に必要な回折条 件等の基礎的事項の検討を行うとともに, 従来の X 線応 力測定法である  $\sin^2 \psi$  法との組み合わせによる膜中の残留 応力分布測定で得られた知見について報告する.

## 2 実験方法

# 2・1 試料及び試験片

試験片には CVD で TiN を被覆した超硬合金 (WC-Collmass%)を用い, Fig. 1のような円板形状とした. 本試料の膜部分の厚さは 3 µm であり, 鏡面仕上げした WC-Co 合金の成膜後の残留応力を測定した. 使用したガ スは CH4, TiCl4, N2 及び H2 であり, 成膜温度は 1293 K



Fig. 1 Illustration of specimen

<sup>&</sup>lt;sup>3</sup> 独立行政法人物質材料研究機構: 305-0047 茨城県つくば市千 現 1-2-1



(b)sin<sup>2</sup>  $\phi$  method

Fig. 2 X-ray optics coordinate system of measurement



Fig. 3 Overview of measurement instruments

### とした.

#### 2·2 X線回折の測定

In-plane 法は Fig. 2 (a) に示すように全反射を生じる 極低角度の X 線入射によって試料表面すれすれからの回 折を得る方法である. このことが Fig. 2 (b) のような従 来の  $\psi$ 角(入射角)基準法とは異なる. このため,精度 の高い平行ビームを要し,ゴニオメータの構造もはん用機 とは異なっている.本研究に用いた X 線装置はリガク製 ATX-2000を用いた.装置の外観は Fig. 3 の通りである. 本実験では,Cu-Ka 線を回転対陰極型 X 線発生装置にて 使用し,電圧 40 kV,電流 80 mA の条件とした. 主な測 定条件は Table 1 に示した.回折角 2  $\theta$  については高角度

plane)	
Radiation	Cu-Ka
Wavelength/nm	0.154
Radiation filter	Monochromator
Tube voltage/kV	40
Tube current/mA	80
Highness slit/mm	2
Divergence slit/mm	0.05
Incident angle/deg	0.25
Take-off angle/deg	0.25
Diffraction/hkl	TiN(220)
Fixed time/sec	60
Detector	Scintillation counter

Table 1 X-ray stress measurement conditions (In-

Table 2 X-ray stress measurement conditions  $(\sin^2 \psi \text{ method})$ 

/		
Radiation	Cr-Ka	
Wavelength/nm	0.229	
Radiation filter	V	
Tube voltage/kV	30	
Tube current/mA	20	
Irradiated area/mm <sup>2</sup>	2mm dia.	
Diffraction/hkl	TiN(311)	
Fixed time/sec	300	
Detector	PSPC	

側のほうが、ひずみ(格子面間隔)の変化に対する変化が 大きい(感度が大きい)ため望ましいのであるが、回折強 度も考慮し、TiN(220)面を採用した.また、平行性に優 れたビームを実現するため入射側に人工多層膜放物面ミラ ーを水平発散抑制用に使用し、 $0.05 \times 2 \text{ mm}$ のビーム形状 とした.回折側には垂直発散防止用としてソーラースリッ ト 0.1 deg を用いた. X線入射角  $\alpha$ には全反射付近の 0.25 deg とし、取り出し角も同一角度とした.なお X線応力 測定法( $\sin^2 \psi$ 法)における入射角  $\psi_0$  と  $\alpha$  の間には  $\psi_0$  = 90 -  $\alpha$  の関係がある.本実験の In-plane 法による侵入深 さは、TiN の場合,侵入深さは約 0.2 µm となる<sup>13)</sup>.回折 図形は面内回転角  $\phi$  について + 90 から - 90 deg まで計 9 点測定した.得られた回折プロファイルからのピーク位置 は半価幅中点法によって決定した.

従来の  $\sin^2 \psi$  法では、位置敏感型比例計数管 (PSPC) を搭載した微小部X線応力測定装置 (リガク製 PSPC/MSF型)を用い、TiN(311)面を選択した.測定条 件は Table 2 に示すように、特性X線は Cr-Kαとした.

#### 2・3 X線回折による残留応力解析

ブラッグの条件(次式)より測定した回折角 θ から結 晶の格子面間隔 d を求めることができる.

```
2d\sin\theta = \lambda
```

(1)

報 文 鷹合,安井,粟津,佐々木,広瀬,桜井 :TiN 被覆 WC-Co 合金の残留応力測定に対するインプレーン X 線回折法 407



Fig. 4 X-ray diffraction pattern

すなわち格子面ひずみ  $\varepsilon$  は回折角  $\theta$  と無ひずみ時の回 折角  $\theta_0$  との関係は次式となる.

$$\mathcal{E} = \frac{\Delta d}{d_0} = -\cot\theta_0 \cdot (\theta - \theta_0) \tag{2}$$

そして、フックの法則と Fig. 2 のような方向余弦(試 料座標系と結晶座標系との関係: $\phi$ , $\psi$ )により次の基礎 式が成り立つ<sup>714)</sup>.

$$\varepsilon_{\phi\psi} = \frac{1+\nu}{E} (\sigma_x \cos^2 \phi + \tau_{xy} \sin 2\phi + \sigma_y \sin^2 \phi) \sin^2 \psi - \frac{\nu}{E} (\sigma_x + \sigma_y) \quad (3)$$

これらの関係を利用すれば、 $\psi$ 角基準法(入射角基準: 従来の $\sin^2 \psi$ 法)の場合、 $\sin^2 \psi$ と $\varepsilon(\theta)$ の関係(勾配及 び切片)から残留応力を求めることができる.

一方、 $\phi$ 角基準法(面内角基準: In-plane 法)の場合, 垂直応力  $\sigma$  は次式により、 $\cos^2 \phi$  及び  $\sin^2 \phi$  と  $\varepsilon(\theta)$ の関係から求まる<sup>11)</sup>. 同様にせん断応力  $\tau$  も次式の関係より求めることができる.

$$\frac{1}{2} \left( \varepsilon_{\psi,\phi>0} + \varepsilon_{\psi,\phi<0} \right) = \left( \sigma_x + \sigma_y \right) \left( \frac{1+\nu}{2E} \sin^2 \psi - \frac{\nu}{E} \right) \\ + \left( \sigma_x - \sigma_y \right) \left( \frac{1+\nu}{2E} \sin^2 \psi \right) \cos 2\phi \qquad (4)$$

$$\frac{1}{2} \left( \varepsilon_{\psi,\phi>0} - \varepsilon_{\psi,\phi<0} \right) = \tau_{xy} \left( \frac{1+\nu}{E} \sin^2 \psi \right) \sin 2\phi \qquad (5)$$



Fig. 5 In-plane diffraction pattern ( $\alpha = 0.25 \text{deg}$ )

#### 3 結果及び考察

#### 3・1 回折プロファイル

はん用の X 線回折装置で測定した回折プロファイルを Fig. 4 に示す. はん用機の場合,WC-Co 基板及び TiN 膜 いずれの回折線も検出されることが分かる.WC は六方晶 のため、回折ピークの数が多く、薄膜のそれと重なるため ピーク決定が困難となり、異種材料の吸収係数をもつこと により S/N 比の低下の原因となりうる.これに対し Inplane 法により得られた結果を Fig. 5 に示す.この方法で は表面すれすれの回折 X 線を入射角 α と同じ角度で取り 出すことから、はん用機に見られた WC 基板や Co の回折 図形は消失しており、TiN 膜のみの情報を得ることができ る.回折強度に着目すると TiN(111)面及び TiN(220)面が 比較的強く、<111 >及び<110 >に対し優先方位をもっ ていると考えられる.

Fig. 6 (a) には, TiN(220)面の面内角 φ ごとの回折強 度を示した.回折強度は積分強度を利用し,最大値に対す る割合で表した.図より回折強度は面内においてほぼ一定 で,偏りはほとんどないことが分かる.このように一般に 優先配向をもつ薄膜材料に対しても本法は表面に対する入 射角,回折角が一定であるため,いずれの入射角において も回折プロファイルを均一に得ることができる.

Fig. 6 (b) は微小部 PSPC 応力測定機により測定した TiN(311)面の sin<sup>2</sup>  $\psi$  法の各  $\psi$  における回折強度の分布を 示す.本機の場合,入射角が In-plane 型に比べ大きく, 基板である WC 基板の回折図形の混在もみられていた. しかし,TiN は (311)面が孤立ピークであり,回折強度及 びピーク位置を測定することができた.

In-plane 法によるそれと比較すると,強度はψによっ て変化し,ある角度によっては極大値をもっている.これ は X 線入射角を傾けることにより侵入深さが小さくなり, 膜の情報の重みが増加することや,優先方位によって特定



**Fig. 6** X-ray relative intensity vs. angles  $\phi$  and  $\psi$ 

の回折強度のみ強くなることに起因している. このような 傾向が顕著になれば sin<sup>2</sup>ψ法による応力測定ができなくな る.

#### 3・2 各入射角における回折角度

残留応力の決定には In-plane 法に適した測定原理であ る  $\phi$  角基準法を利用した.  $\sin^2 \psi$  法のように  $\psi$  を基準と して応力を求めるかわりに, 面内角  $\phi$  を基準として行う.  $\phi$  は X 線侵入深さに無関係であるので,  $\psi$  を一定とした 状態で X 線ひずみの変化を求め, それより応力を決定す る. この場合  $\phi$  の正負の X 線ひずみ (または回折角度) は  $\cos 2\phi$  に対して直線関係となり, その勾配及び切片が 応力に比例する. Fig. 7 (a) は入射角 0.25 deg について, それらの関係を求め, 図示した結果を表している. これら は直線関係をもっていることが分かる. この近似した直線 の勾配及び切片より, 先述した関係式から垂直応力及びせ ん断応力成分を求めることができる.

Fig. 7 (b) には ψ 角基準法における入射角 ψ と回折角 2 θ の関係を示した.これらの関係では下に凸の湾曲を示していることが分かる.このような傾向は,深さ方向にお



(b)  $2\theta - \sin^2 \phi$  diagram

**Fig. 7** Relation between diffraction angles 2  $\theta$ ,  $\phi$  and  $\psi$ 

いて応力勾配 (不均一な応力分布) をもつ場合に見られる. つまり,本材料は表層付近の情報である高角 ψ 付近では, その勾配が小さく,残留応力も小さくなっていると推定で きる.

#### 3・3 TiN 膜内の深さ方向における残留応力分布

 $\phi$ 角基準法及び sin<sup>2</sup>  $\psi$  法により残留応力を求め, それぞ れの比較を行った.ここで必要となる X 線的弾性定数 (材料全体の機械的ヤング率及びポアソン比とは異なる結 晶の弾性定数) については TiN 単結晶の弾性定数<sup>15)</sup>から Kröner モデル<sup>16)</sup>を利用して計算した (220)面の値を用い た.ヤング率 E は 425 GPa, ポアソン比  $\nu$  は 0.201 であ った.また,式(2)の $d_0$ となる無ひずみ時の値には TiN 粉末から測定した 2 $\theta_0$ を格子面間隔の値を使った.両手 法は試料に対する侵入深さが異なるため, それぞれの有効 侵入深さに対して測定値を Fig. 8 にプロットした.図よ り極表層部においても引張の残留応力が発生していること 報 文 鷹合,安井,栗津,佐々木,広瀬,桜井 :TiN 被覆 WC-Co 合金の残留応力測定に対するインプレーン X 線回折法 409



Fig. 8 Depth profile of residual stress in film

が分かる. はん用機による測定結果に比べ本法で得られた 値は引張応力が小さくなっている. これは前述したように 試料に対する侵入深さの違いが原因として考えられ,極表 層部に向かって引張応力が減少していると推察される. す なわち膜の深さ方向に対して応力勾配を有していると考え られる. この原因として,成膜時にミスフィットの発生が 予想される WC-Co 基板と TiN 膜の界面からの距離が異な ることが原因として挙げられる. このことは Fig. 7 (b) において sin<sup>2</sup> ψ 線図が湾曲していたことにも対応してい る.

各応力成分についてみると、垂直応力  $\sigma_x$  と  $\sigma_y$  はほぼ 等しく、せん断応力  $\tau_{xy}$  もほとんど0に近い.このため膜 中の残留応力は、等二軸応力状態になっていることが分か る.この事は  $\phi$  角の測定点数を減らしたとしても、本材 料の膜中の残留応力が推定できることを意味している.

以上の検討により,はん用 X 線回折装置で測定した際, 基板材料からの回折線の数が多く,ピーク位置の決定が困 難な薄膜材料では,In-plane 法による残留応力解析が有効 と考えられる.その上 In-plane 法は表面に対する入射角 が一定であるため,結晶の優先配向をもつ(入射角ごとに X 線回折強度が異なる)薄膜の応力測定にも応用が期待で きる.また,通常の X 線法( $\sin^2 \psi$  法)と本法いずれも測 定が可能であれば,両手法を組み合わせることで,試料に おける表面からの深さごとの応力分布を評価する手段とし て活用することができる.

### 4まとめ

(1) In-plane (面内回折) 法によって TiN 膜極表面層の

X 線回折パターンを測定することができた. この場合の X 線有効侵入深さは約 0.2 μm である.

(2) In-plane 法と sin<sup>2</sup> ψ 法を組み合わせることで、
CVD-TiN 被覆した超硬合金(WC-Collmass%)における
表面からの深さ方向の残留応力分布を評価することができた。

(3) CVD-TiN 膜の極表面層の残留応力は引張であり, はん用の X 線装置 (sin<sup>2</sup> ψ 法) による結果と一致していた. しかし絶対値については, 面内回折の値が小さくなってお り, 薄膜には深さ方向に残留応力勾配が存在すると考えら れる.

本研究にあたり,超硬合金への CVD コーティングに関して多 大なご教示をいただきました㈱サン・アロイ 佐々木 賢氏には感 謝の意を表します.

#### 文 献

- 1) 林 宏爾, 鈴木 寿, 土井良彦: 粉体および粉末冶 金, **31**, 136 (1984).
- 2) 安丸尚樹, 土田耕三, 佐治栄治, 伊部壽夫: 日本金 属学会誌, 56, 104 (1992).
- 3) 鈴木 寿,松原秀彰,松尾 明,渋木邦夫:日本金 属学会誌,49,73 (1985).
- 4) 英 崇夫, 森口忠和, 日下一也, 松英達也: 材料, 50, 732 (2001).
- 5) 松英達也,英 崇夫,池内保一:材料,50,707 (2001).
- 6) 山本 勉, 伊藤 亨, 蒲池一嘉: 日本金属学会誌, **50**, 320 (1986).
- 7) 日本材料学会編: "X 線応力測定法", p.1 (1981), (養賢堂).
- 8) 田中啓介,石原啓策:日本機械学会論文集,**61**, 1971 (1995).
- 9) 英 崇夫, 富永喜久雄, 藤原晴夫: 材料, **42**, 90 (1993).
- 10) 江尻正一,林 政,佐々木敏彦,広瀬幸雄:材 料,49,750 (1997).
- 佐々木敏彦,飛田一郎,表 和彦,広瀬幸雄:第 37回X線材料強度に関するシンポジウム講演論文 集, P. 198, (2001).
- 12) K. Omote, J. Harada: Adv. In X-ray Anal., 43, 192 (2000).
- 13) 理学電機株式会社 X 線研究所編: "X 線回折ハンド ブック", p. 107 (2000), (理学電機株式会社).
- 14) H. Dölle: J. Appl. Crystallography, 12, 489 (1979).
- 15) A. J. Perry: Thin Solid Films, 170, 63 (1989).
- 16) E. Kröner: Z. Physik, Bd151, 504 (1958).

#### BUNSEKI KAGAKU

# Application of In-Plane X-Ray Diffraction Technique for Residual Stress Measurement of TiN Film/WC-Co Alloy

# Shigeki TAKAGO<sup>1</sup>, Haruyuki YASUI<sup>1</sup>, Kaoru Awazu<sup>1</sup>, Toshihiko SASAKI<sup>2</sup>, Yukio HIROSE<sup>2</sup> and Kenji SAKURAI<sup>3</sup>

<sup>1</sup> Industrial Research Institute of Ishikawa, 2-1, Kuratsuki, Kanazawa-shi, Ishikawa 920-8203

<sup>2</sup> Department of Materials Science and Engineering, Kanazawa University, Kakuma-machi, Kanazawa-shi, Ishikawa 920-1192

<sup>3</sup> National Institute for Materials Science, 1 - 2 - 1, Sengen, Tsukuba-shi, Ibaraki 305 - 0047

(Received 12 December 2005, Accepted 28 April 2006)

An in-plane X-ray diffraction technique was used to measure the residual stress of a CVD (chemical vapor deposition) TiN-coated WC-Co alloy. We could obtain the diffraction pattern from a thin film layer, eliminating that of the substrate. In the case of a conventional X-ray diffractometer, the X-ray penetration depth is about few  $\mu$ m. However, for a grazing incidence beam it is only 0.2  $\mu$ m. Depth profiles of residual stress in TiN film layer were evaluated by the present method and the conventional  $\sin^2 \psi$  technique. We concluded that the in-plane diffraction technique enables us to determine the residual stress in a CVD-TiN film having an oriented texture. It was found that the residual tensile stress generated a mismatch of the coefficient of thermal expansion between the film and the substrate.

*Keywords* : X-ray diffraction; in-plane diffraction; TiN film; chemical vapor deposition; residual stress; tungsten carbide-cobaltite.