

# FeRh合金薄膜の結晶化条件の違いによる 磁気相転移温度への影響

#### 背 뫂

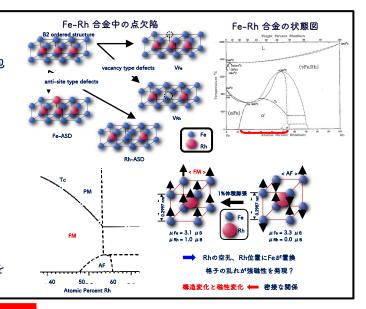
- ❖ 室温において非常に幅広い組成範囲(20 ~ 50at.%Rh) でB2型規則構造
  - 化学化学量論組成のずれを空孔型欠陥や反構造型欠陥を内包
- ❖ 50at.%Rhでは360Kに反強磁性-強磁性転移 転移に伴って電気抵抗率が60%も変化
- ◆ 特異な伝導特性、磁気特性 転移点近傍で非線形な磁化率 スピンホール効果の測定で非線形な応答 → スピントロニクス分野での応用

### 反強磁性ー強磁性転移温度の制御

体積変化を伴うことから<mark>歪みや圧力</mark>で転移温度変化 化学組成による転移温度変化

# <これまでの結果>

- 結晶化の違いにより電気抵抗率の温度変化は異なる挙動
   結晶化の違いがショートレンジオーダーでの構造の乱れを
- ☞ 薄膜の<mark>成長過程</mark>が電気抵抗率の温度変化に大きく影響



本研究

結晶化条件の違い → 磁気相転移温度への影響について薄膜成長との関係を詳細に調べる

## 実験・評価方法 =

粉末ターゲットを用いたスパッタリングによる薄膜作製(膜厚200nm)

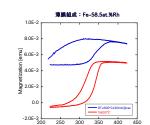
- ❖ 2元ターゲット:Fe(4N), Rh(powder,4N)
- ❖ 基板:<u>Si(100)</u>, Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>(0001), LaAlO<sub>3</sub>(100), MgO(100)
- ❖ スパッタ条件:基板加熱(室温~700℃,Ar+10%H<sub>2</sub>)
- ◆ 熱処理条件:真空熱処理(600℃~900℃)
- 評価:結晶構造(XRD),組成(XRF),電気抵抗率の温度変化, 深さ方向の組成変化(XPS),磁気特性評価(VSM),TEM観察
- ◆ 結晶化手法による<mark>薄膜成長過程</mark>の変化
- ◆ 基板や薄膜作製条件により結晶構造をコントロール

# 結晶化条件による影響 | Table | Table

電気抵抗は格子欠陥に大きく影響を受けることが要因では?

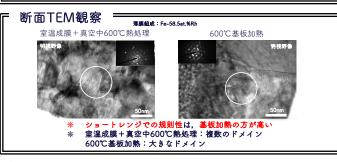
# 磁化一温度特性

室温成膜+真空中600℃熱処理 vs 600℃基板加熱



- 結晶化方法の違いで異なる挙動を 示す
- \* 室温成膜+真空中600℃熱処理 転移温度は約350K 223K以下でも磁化は残留
- \* 600℃基板加熱 転移温度は約350K 223K以下では磁化はほぼ0

#### XPSによる深さ方向の膜組成 Siが検出され始める • Fe2p3 • Rh3d 80 組成が比較的均 60 (0) 由達成廳 室温成膜+真空中600℃熱処理 Siが検出され始める 2つの異なる組成が混在 組成が比較的均一 基板付近ではFeリッチ? 60 Fe3Rh7が成長しているとに関係(XRD)? 600℃基板加熱 30minまでは組成比は一定 30min以降はRh濃度が下がる 室温成膜 薄膜全体で均一な組成



#### まとめ

- ※ 磁化測定から,<mark>結晶化の違い</mark>により,磁化一温度曲線が異なる挙動を示した。
- \* 室温成膜+真空中600℃熱処理では、深さ方向の組成比率の変化から、2つの異なる組成が混在し、基板付近では、Feリッチな組成をであると考えられる。
- ※ 室温成膜+真空中600℃熱処理の場合、Feリッチな組成の存在のため 223K以下でも磁化が残っている。
- 223K以下でも磁化が残っている
  \* 断面TEM観察から、ショートレンジでの規則性が異なると考えれる
- \* 室温成膜+真空中600℃熱処理の場合,複数のドメインが確認され、 600℃で基板加熱した場合では、大きなドメインを持つ構造