磁気テープの圧残留磁気と接触複製への応用

松本光功*·小山安正**

(昭和49年5月25日受理)

1 まえがき

磁気記録は記録媒体の磁気の残留現象を利用した技術であるが、この残留磁気を生成過 程のうえから分類してみるとほぼ表1のようになる.つまり、ふつうの磁気履歴現象に基 ずく等温残留磁気以外は、バイアスとして高周波磁界、熱などのエネルギーを利用するも ので、磁性体の種類によっては弱磁界の存在で大きな残留磁気を得ることができる.

| 名 称 | バイアス | | |
|---------|---------------------|--|--|
| 等温残 留磁気 | なし(直流磁界) | | |
| 非履歴残留磁気 | 高周波磁界 | | |
| 熱残留磁気 | 熱 | | |
| 圧残留磁気 | E 力 | | |
| 沈澱残 留磁気 | 引力, クーロン力 化学的結合力 | | |
| 化学残 留磁気 | 化学的結合力 | | |

表1 残留磁気の分類

このうち等温残留磁気と非履歴残留磁気は、磁気ヘッドによる通常の記録手段としてす でに応用されているが、最近さらに磁気テープの接触による大量複製方法として、非履歴 残留磁気ならびに熱残留磁気の応用が注目され、実用の段階に近ずいている.

その他に,記録済テープに Co-Ni メッキを行なうと,記録済テープから発生するもれ 磁界によりメッキ膜へ信号磁化が転写されるという報告があるが^D,これは沈澱残留磁気 の応用例とみることができる。圧残留磁気は,戦後急速に発展した地球物理学の一分野で ある岩石磁気学の分野でかなり研究されているが,その対象は主としてチタン磁鉄鉱を中 心とする岩石である²⁾.

^{*} 精密工学教室助教授

^{**} 精密工学教室技官

本報告は,圧残留磁気に注目して,現在市販されている磁気テープならびに開発中の磁 気テープの圧残留磁気特性を調べ,その磁化機構ならびに接触複製への応用の可能性につ いて考察したものである.

2 実験結果

2.1 加圧減磁

圧残留磁気の大きい材料を見い出すには、加圧減磁を調べればよい。実用的には、微少 加圧に対して影響が少なく、ある適当な加圧値の範囲で急激に減磁されることが望ましい.

本実験に用いたテープはすべて粒子配向されており、粒子形状は針状で、その磁気特性 を表2に示す.図1に、トルク曲線から得られる回転ヒステリシス損失 Wr を示す.こ れにより、異方性磁界の分布や磁化曲線の形が推察できる. つまり CrO₂, Co-Fe₃O₄A

| 試 料 | Co 含有量 (重量%) | 塗布厚 (µ) | Hc (Öe) | Br (Gauss) | K (erg/cc) 💥 |
|--|-----------------|---------|---------|------------|----------------------|
| $Co-\gamma Fe_2O_3$ | 10.2 | 5 | 1350 | 700 | 0.45×10^{5} |
| Co–Fe ₃ O ₄ A | 3.6 | 6 | 1500 | 1200 | 1.57 |
| Co-Fe ₃ O ₄ B | 1.0 | 5.5 | 550 | 990 | 0.84 |
| CrO ₂ | _ | 3 | 450 | 1500 | 2.04 |
| γ -Fe ₂ O ₃ | _ | 4 | 270 | 1050 | 0.45 |

表2 テープ試料の磁気特性

※ H→∞ に外插して求めた. 塗布層単位体積当たりの異方性エネルギーを表わす.



図1 テープ試料の回転ヒステリシス損失 (Wr)



テープは異方性磁界の分布が狭く、したがって角形性や 初期磁化曲線の 立上りがよく、 $Co-\gamma Fe_2O_3$ テープは角形性が悪いことが推測できる³⁾.

図2に、これらのテープ試料の加圧減磁特性を示す. 試料は、各テープより3mm角に 切り出し、配向方向を揃えて20枚束ねたものを用いている. 残留磁気の測定には、図3に 示す装置を製作して用いた. これは Tjaden 6⁴) により使用されているのと同一原理で、 比較的小さな試料の残留磁気を測定するのに適している. 磁路の一部であるフェライトB を回転させて検出巻線Aの誘起出力を巻線Bの出力と比較して求めるものである. 配向方 向に 6000[Öe]の磁界中で飽和磁化した試料を、圧縮試験機(新興通信工業製TOM15008 型万能引張圧縮試験機) により膜面に垂直方向に加圧した後の残留磁気と加圧前の値との 比で示した.

実験結果から、粒子の針状性の優れている CrO_2 テープの加圧減磁がもっとも少なく、 Co- γ Fe₂O₃ テープが 特に大きいことがわかる. Co を添加した 試料では、 Co の 添加量 は保磁力 Hc と同時に 加圧減磁に大きな差異を 生ずるのであるが、 Hc の大きいもので は、 γ -Fe₂O₃ 系が Fe₃O₄ 系より加圧減磁が大きいようである⁵⁾.

一般に,加圧下においては熱の発生を考慮しなければならない.磁化は加熱によっても 減磁されるから,図2における加圧減磁は,加圧のみによる減磁なのか,加熱に伴なう減





図6 Co-Fe₃O₄A テープの圧残留磁気特性



磁であるか調べてみた. 図2の実験では加圧減圧速度を 0.5mm/min の極めて緩い速度 を用いているが、 0.5~50mm/min の範囲で変化させても減磁特性には有意な差は認め られなかった. 一方、各試料の加熱減磁特性は図4のようになるので、加熱減磁の著しい $CrO_2 = - \pi$ について図2と図4を比較すると、この加圧範囲では温度上昇は高々50°C 程度であり、この程度の加圧範囲では加熱の効果は無視できることがわかる.

2.2 圧残留磁気

No.36

 $Co-\gamma Fe_2O_8$, Co-Fe₈O₄A 両テープの 圧残留磁気特性を図5, 図6に示す。これは磁界 Hを印加後,加圧,減圧し,最後にHを除く過程(これを H₊P₊P₀H₀ と書くことがある) により得られる残留磁気である. 圧残留磁気特性の H = 0 における傾きを初残留磁化率 と呼ぶことにする. 接触による磁気複製の場合には,初残留磁化率の大きいことが大切で あり,また音声の如きアナログ信号の複製にはさらに直線的関係が要求される. 比較のた めに図7に非履歴残留磁気特性を示した. この場合の磁化過程はPの代りに交流磁界 Hac を印加して得られる. 図8 (a), (b) に Co- γFe_2O_8 テープの初圧残留磁化率,初非履歴残 留磁化率を示した.

磁性粒子の弾性限界は 8000kg/cm² 以上であるが, テープとしての 弾性限界 (繰り返 し加圧に対しベース, バインダが変形を生じない範囲) は約 6000kg/cm² である. そこで $P = 5680kg/cm^2$ の場合に着目すれば, $Co-\gamma Fe_2O_3$ テープにおいては, 初圧残留磁化率は 初非履歴残留磁化率の約 1/6 となっている. 初圧残留磁化率を大きくする目的で, 加圧時 に 100°C に熱を加えながら圧残留磁気を求めたところ図 8 (a) の鎖線のように改善され, $P = 5680kg/cm^2$ のときには約 1/4 にまで高めることができた。





2.3 加圧方向の検討

現用の磁気テープを用いて圧残留磁気を磁気複製に応用するには、 PとHの方向は P⊥ Hとせざるを得ない. この場合に図5,6にみられるような加圧効果を生じたのであるが、 P // Hの場合はどうなるであろうか,まず実験的に調べてみた.

 γ -Fe₂O₈ 粒子を充塡剤 ($\mu \circ \rho \sim 1 \sim 1000$) 中に分散硬化させ 3 mm 角の立体状の試料を作成した. 粒子の体積充塡度は約30%である. 無配向および配向粒子集合体の両者につき, $P \swarrow H$, $P \perp H$ の場合の圧残留磁気を比較して図 9 (a), (b) に示した. この図で注目されるのは、粒子配向、無配向いずれの場合も $P \measuredangle H$ の場合は $P \perp H$ の場合よりさらに効果が大きくなる点である.



図 9 (a) P/HおよびP_Hの場合の γ -Fe₂O₃集合体 (無配向)の圧残 留磁気特性 (P = 333kg/cm²)







図 9 (b) P/HおよびP_Hの場合の γ -Fe₂O₃ 集合体 (配向) の圧残留 磁気特性

 $Co-\gamma Fe_2O_3$ テープの場合は、次の実験により 加圧方向の効果を調べた.図10のように、Hの 方向 θ が 0°と 25°の場合に 得られる 残留磁気 のテープ長さ 方向成分を 測定した。 結果は, $\theta = 25^{\circ}$ の場合は $\theta = 0^{\circ}$ より磁界の長さ方向 成分が小さいにもかかわらず、両者には明確な 差異がみられない. このことは、 $\theta = 25^{\circ}$ の場 合, H方向付近に $\theta = 0^{\circ}$ の場合より大きな残 留磁気が生ずることを示唆している. つまり,

Co-γFe₂O₃ テープの場合も γ-Fe₂O₃ 試料と同 様に, P/Hの場合にはP_Hより大きな加圧効果を有することがわかる.

磁化機構の考察 3

加圧減磁や圧残留磁気の原因には、まず「磁歪の逆効果」が予想されるので、これに基 ずいて考察しよう. テープ内の磁性粒子は 一軸異方性(異方性定数 Ku)を有するものと

仮完1





$$\mathbf{E} = -\frac{3}{2}\lambda\sigma\cos^2(\varphi + \frac{\pi}{2}) - \mathrm{HI}_{\mathrm{s}}\cos\varphi + \mathrm{Ku}\sin^2(\theta - \varphi) \quad (1)$$

磁化 Is はEが極小になる方向を向くから, ∂²E/∂φ²>0の条件のもとに次式を解くこ とにより決定される.

$$\partial \mathbf{E}/\partial \varphi = 0 \tag{2}$$

 $H/(2K_u/I_s) = h$, $(3\lambda\sigma/2)/K_u = k$ とおいて (2) より cos φ と h の 関係を求める と 図12





図12 (a) 加圧下における磁化曲線 (計算値)

(a) (b) に示す磁化曲線が計算される. つまり, k>0 の場合は σ を大きくするにつれて Hc が小さくなり, さらに大きくすると磁化曲線の傾きが大きくなる. 一方 k<0 の場合 は σ を大きくすると Hc が大きくなり, 磁化反転が困難になることがわかる. 実験結果 と比較すると, γ -Fe₂O₈, Co- γ Fe₂O₈ テープは k>0 つまり 磁歪定数 $\lambda<0$ であること がわかる. H $\perp\sigma$ の場合は, 図12(b)に示す k<0 の結果に一致する.

以上は加圧時の特性であるが、 $H_+P_+P_0H_0$ の過程を経て得られる残留磁気は、 $\sigma=0$ のときの(2)と比較することにより求められる. この結果を図13に示す. これによると、 $H_{\perp\sigma}$ が大きくなる程初圧残留磁化率が大きくなることがわかる. ただしk>1の場合は

No. 36



k=1 のときと殆ど変らない.

磁歪の逆効果は一軸異方性を表わすが、図9に 見られるように H上σの場合にも残留磁気の増加 現象が現れる.これは、たとえば熱エネルギーの ような一軸でない力を及ぼす作用を考えなければ ならない. ここでは, 1) 空格子点への可逆的(弾 性的) な原子の拡散, 2) 結晶異方性の影響の2者 について考察する.

1)については、未だ明確な解決はされていない が,次のように考える.加圧時には,γ-Fe₂O₃粒 子では Fe 原子が、Co-7Fe2O3 および Co-Fe3O4 粒子では Co 原子が格子点から転位して不規則な 方向を向くために磁化が減少し、圧を取除けば原 子が元の格子点に戻り、その際印加磁界の方向に 磁化が向きやすい. そして, このような効果は Co 原子が Fe 原子より 顕著であり、 空格子のある γ-Fe₂O₃ 系の方が Fe₃O₄ 系より容易に行われる と考えれば、 7-Fe2O3, Co-7Fe2O3, Co-Fe3O4の 圧残留磁気の相対的な大きさの説明が可能である.

上記の実験に用いている各テープ試料の磁性粒 子の形状は著しい針状を有するので、通常の磁化 機構は形状異方性に支配されているとみなして差 仕えないのであるが、このうち Co-γFe₂O₃ テー プのみはさらに結晶異方性の結果とみられる2軸 性の異方性が磁気トルク曲線から明確に観測され た. したがって (1) 式としてさらに Ksin²2($\theta - \varphi$) の項を付して考える必要が生ずるが、定性的には 磁化反転が容易になり図1の如き異方性磁界の広 い分布となって現れていると考えることもでき る. Hc の小さなものでは、 Co-Fe₃O₄ 系が

Co-γFe₂O₃ 系より加圧減磁が大きい⁵⁾ 理由も結晶異方性の差によるものと予想される. 表2に掲げた粉末テープ以外に注目されているものに Fe-Co-Ni 系合金粉末テープがあ る. これは組成比によって結晶構造が異なっており、したがって磁歪定数も符号が異なる ことが予想されるので、図14に示す6種類のものを取り上げてみた.比較のため γ-Fe₂O₈ を含めて各粉末を重量充塡度15%で分散し、図9の実験と同様に3mmの無配向の立方体 試料を作成し, P=30kg (333kg/cm²) なる加圧を用いて圧残留磁気特性を測定した. 各 試料は磁気特性が異なるので、図14に示す各磁界における等温残留磁気 Iri と、その磁界 における圧残留磁気の Iri に対する変化量 dIrp の比で示してある.同一種類の試料は各



図14 Fe-Co-Ni 系合金粉末の圧残留磁気

 $4 \sim 5$ 個のロットを準備し、その標準偏差も示してある. 50-45-5、80-20-0は体心 立方、10-0-90、10-30-60は面心立方、0-80-20、10-90-0は六方晶の結晶構造を 有する. 面心立方構造を有する10-0-90、10-30-60は、 P / Hのとき圧残留磁気の増 加作用は正、P 上 Hのとき負となっている. ベルク材料について、これらの試料の磁歪定 数が負であることがわかっているので、この両者の圧残留磁気の主原因は磁歪の逆効果に よるものと 推定できる. このような 対応から、他の4種の 合金粉末試料は $\lambda > 0$ で、 γ -Fe₂O₃は $\lambda < 0$ であることが裏付けられ、ひいてはこの圧残留磁気効果の原因の1つが 磁歪の逆効果であることが確認された. さらに、合金粉末の加圧効果が特に小さいことは、 接触複製におけるマスターテープとして合金粉末が適当であることを示している.

4 あとがき

針状 Co-γFe₂O₂ 粒子の初圧残留磁化率は初非履歴残留磁化率の約 1/6 で,熱エネルギーの重畳により約 1/4に改善できることがわかった. 圧残留磁気を応用すれば両テープは 密着されるので,他の方法より複製時の「分離損失」が少なくなり,初残留磁化率が小さ い欠点はいくらかカバーできる.

いま, 圧残留磁気を用いて複製する場合の分離損失を無視し, 非履歴残留磁気を利用する場合に複製テープ磁化が $Ir \exp(-2\pi d/\lambda)$ に比例するものとして, 両者により得られる 出力を比較すると,

> d/λ=0.05 のとき, Ipr/Iar = 1/1.4 d/λ=0.1 のとき, Ipr/Iar = 1/1.9 d/λ=0.2 のとき, Ipr/Iar = 1/3.5

となる. ここで、 d、 λ は分離長および 記録波長で、 Ipr、 Iar は圧残留磁気および 非履 歴残留磁気である. したがって、たとえば $\lambda \ge 2\mu$ 、 d = 0.2 μ とするならば、 初圧残留磁



図15 繰り返し加圧による加圧減磁特性

化率が非履歴残留磁化率の1/2程度なければ同一の出力は得られない.

実際の加圧方法については、テープ製造に用いるカレンダの如きローラによる方法と平 面プレスによりテープを順次加圧する方法とが考えられる。簡便さと加える圧力の大きさ からみると平面プレスが適当である。この際、テープは2回以上部分的に加圧されること になる。繰り返し加圧による加圧減磁は、図15に示すように2~3回の加圧により安定す ることがわかる。このことから、平面プレスによりテープを周期的に移動、停止させなが ら、2~3回以上加圧が行われるようにすればよい。

粒状の Co-γFe₂O₈ は,本実験で用いた針状のものより 加圧に敏感であることがわかっ ているので,たとえば合金粉末テープをマスターとして組合せることにより,初圧残留磁 化率を非履歴残留磁化率の大きさにまで高められ,実用可能な段階まで改善されるのでは ないかと思われる.

最後に,日頃から御指導頂いている本学部松山潔教授,加圧実験に御協力頂いた本学部 田中道彦助教授,磁気テープを提供されたTDK千曲川工場の各位,実験に協力された卒 研生滝沢聖浩君に深謝する.

参考文献

- 1) 明石,北本,青沼,川尻,電子通信学会磁気記録研究会資料 MR771-17 (1971)
- 2) T. Nagata, Rock Magnetism, Maruzen 1961
- 3) 岩崎,松本,土井,電気通信学会磁気記録研究会資料 (1965.7)
- 4) D. L. A. Tjaden and J. Leyten, Philips Tech. Rev. 25, 319 (1963/64)
- 5) 鈴木,明石,東北大学通研シンポジウム論文集(磁気記録) P.113 (1964)

Piezo-Remanent Magnetization of Magnetic Tapes and Its Application to Magnetic Contact Printing

Mitsunori MATSUMOTO and Yasumasa KOYAMA (Department of Precision Engineering, Faculty of Engineering)

Piezo-remanent magnetization of various magnetic tapes was studied for the application to magnetic contact printing.

Experimentally it was found that $\text{Co-}\gamma\text{Fe}_2O_3$ tape is most suitable for the slave tape. It was also concluded that the origin of piezo-remanent magnetization effect of $\text{Co-}\gamma\text{Fe}_2O_3$ tape is due to the inverse effect of magnetostriction, dispersion of Co atoms to vacant lattices and crystalline anisotropy.

The initial piezo-remanent magnetic susceptibility of acicular $\text{Co-}\gamma\text{Fe}_2\text{O}_3$ tape used in this study was about one-sixth of the initial anhysteretic remanent magnetic susceptibility, and about one-fourth of that by the superposition of heat energy of 100°C.